

فصلنامه علمی- ترویجی پدافند غیرعامل

سال هجتم، شماره ۴، زستان ۱۳۹۳، (پاپی ۲۰): صص ۵۹-۶۹

مقاوم سازی زره‌ها با استفاده از نانوفناوری

سید عباس وزیری^۱، سید علی حسینی خراسانی^۲

تاریخ دریافت: ۱۳۹۰/۰۷/۱۴

تاریخ پذیرش: ۱۳۹۳/۱۱/۰۵

چکیده

پدافند غیرعامل به مجموعه اقداماتی اطلاق می‌گردد که در مقابل حملات دشمن و یا بروز حوادث طبیعی، به استفاده از جنگافزار نیاز ندارد و با اجرای آن‌ها می‌توان از وارد شدن خسارات مالی و تلفات انسانی جلوگیری نموده و یا میزان آن را به حداقل ممکن کاهش داد. اقدامات پدافند غیرعامل شامل پوشش، پراکنده‌گی، تفرقه و جابه‌جایی، فریب، اعلام خبر، استحکامات و سازه‌های امن می‌باشد. یکی از اقدامات نظامی پدافند غیرعامل، استحکامات از جمله زره‌ها می‌باشد. با افزایش مقاومت و افزایش کارایی زره‌ها در میادین جنگ آینده می‌توان از خسارات و تلفات در برابر حملات جلوگیری کرد. نانوزرهای مواد به کارگیری شده در زره‌ها هستند که یا ساختار این مواد نانو شده است و یا از نانوذرات در ساخت آن‌ها استفاده شده است. با استفاده از نانوفناوری، به مقدار بسیار زیادی می‌توان کارایی زره‌ها در برابر پرتتابه‌های سرعت بالا را افزایش داد. در این مقاله، اثرات مطلوب استفاده از نانوفناوری در مقاوم سازی زره‌های مختلف منجمله ادوات زرهی و زره‌های انفرادی مورد بررسی قرار گرفته است.

کلیدواژه‌ها: پدافند غیرعامل، نانوزرهای نانوفناوری، مقاوم سازی، جذب انرژی

۱- استادیار و عضو هیئت علمی دانشگاه جامع امام حسین(ع) - نویسنده مسئول avaziri@ihu.ac.ir

۲- کارشناس ارشد نانو مواد، گروه نانو مواد، دانشکده فنی و مهندسی، دانشگاه تربیت مدرس

۱- مقدمه

مهم است و دیگری، چقرمگی شکست می‌باشد که مقدار انرژی مورد نیاز برای رشد ترک و شکستگی است. یکی از کاربردهای جالب و ویژه توسعه محصولات نانویی با مقاومت ضربه بالا، مواد زرهی است که اندازه بسیار کوچک و کسر حجمی کم نانو ذرات، این امر را فراهم کرده است. نانو زره‌ها موادی با ساختار نانو و یا نانو کامپوزیت‌هایی هستند که برخی خواص آن‌ها شامل مقاومت به ضربه زیاد، حد بالستیک بالا و انعطاف‌پذیری مناسب است که برای میدان‌های رزم و محافظت در مقابل پرتابه‌ها مطلوب هستند. یکی از روش‌ها برای رسیدن به خواص فوق الذکر در نانو زره‌ها، افزودن ذراتی در ابعاد نانو به زمینه می‌باشد که هر کدام از ذرات، متناسب با شکل، خواص مکانیکی و غیره بر روی ویژگی خاصی از نانو زره‌ها تاثیر می‌گذاردند [۷]. بر اساس مطالعات صورت گرفته مشخص شده است که استفاده از نانو تقویت کننده‌ها برای افزایش جذب انرژی پرخورد (ضربه) بسیار مناسب و دارای پتانسیل قابل توجهی است [۸]. از این رو صنایع نظامی نیز به این مواد توجه ویژه‌ای داشته و به دنبال طراحی و ساخت تجهیزات نظامی به کمک این مواد هستند، چرا که استحکام بالا و وزن پایین از مهم‌ترین خواص این مواد به شمار می‌رود که در تجهیزات نظامی نیز بسیار حائز اهمیت است.

هدف از این تحقیق، بررسی امکان استفاده از نانوفناوری برای مقاومت‌سازی مواد زرهی به عنوان یک سیستم پدافند غیرعامل می‌باشد.

۲- نانوفناوری در زره‌های انفرادی

یکی از نویدبخش‌ترین پیشرفت‌های اخیر در استفاده از مواد پلیمری برای لباس‌های حفاظتی، الیاف ژاپنی Zylon است که دارای استحکام کششی حدود دو برابر کولار و مشابه P-آرامید تجاری می‌باشد. خواص شگفت‌انگیز Zylon جلیقه‌های فوق سبک و بسیار راحت (و البته بسیار گران قیمت!) را ایجاد کرده‌اند. البته تخریب این پلیمر تحت نور مئی، باعث ایجاد محدودیت‌هایی در به کارگیری آن شده است [۹]. به ویژه، با حمله رطوبت و مواد شیمیایی که معمولاً در عرق یافت می‌شود، در طی یک دوره تنها شش ماهه به اندازه ۰.۶۵٪ از استحکام آن کاهش می‌یابد. این محدودیت‌ها، به علاوه قیمت بالا، به‌شدت توسعه این مواد را محدود می‌کند [۱۰]. در زمینه فوق، صنعت زره با یک معماًی جالب مواجه است: در دسترس بودن مواد پلیمری بسیار قوی، اما بسیار حساس به شرایط کاری استاندارد. تا کنون راه حل‌هایی پیشنهاد شده و مورد آزمایش قرار گرفته است، من جمله پوشش‌های محافظ تا استفاده از پرتوافکنی برای تغییر تنظیمات مولکولی مواد پلیمری از قبیل HIPS. نایلون، کولار و Zylon که حساسیت کمتری نسبت به در معرض محیط زیست و رطوبت قرار گرفتن، دارند (که هر دو از محیط و به ویژه از حامل جلیقه (به عنوان مثال عرق) می‌آیند).

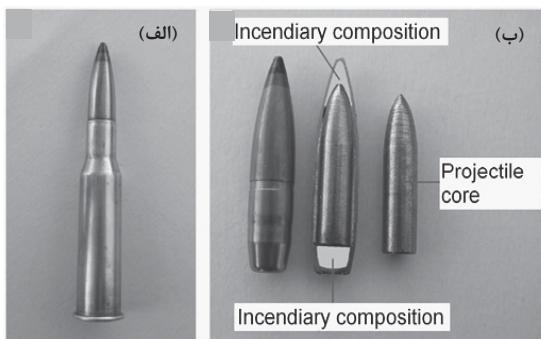
پدافند غیرعامل به مجموعه اقداماتی اطلاق می‌گردد که در مقابل حملات دشمن و یا بروز حوادث طبیعی، به استفاده از جنگ‌افزار نیاز ندارد و با اجرای آن‌ها می‌توان از وارد شدن خسارات مالی و تلفات انسانی جلوگیری نموده و یا میزان آن را به حداقل ممکن کاهش داد. اقدامات پدافند غیرعامل شامل پوشش، پراکنده‌گی، تفرقه و جابه‌جایی، فریب، اعلام خبر، استحکامات و سازه‌های امن و مقاوم‌سازی می‌باشد. یکی از اقدامات نظامی در حوزه پدافند غیرعامل، به کارگیری استحکامات مقاوم به نفوذ از جمله زره‌ها می‌باشد. با افزایش مقاومت به نفوذ و افزایش کارایی زره‌ها در میادین نبرد می‌توان از خسارات و تلفات در برابر حملات دشمن جلوگیری کرد [۱]. برای این منظور، فولادهای ولدوکس^۱، هاردوکس^۲ و دومکس^۳ برای سالهای زیادی در صنایع دفاع استفاده شده‌اند. این فولادها مانند آلیاژهای آلومینیم و تیتانیم، مقاومت خوبی در برابر پرتابه‌ها فراهم می‌کنند؛ به طوری که ترکیبی از استحکام بالا و مقاومت به ضربه بالا از خود نشان می‌دهند [۲]. با این حال، دانسیته جرمی بالای زره‌های فولادی یک پارچه، کاربرد آن‌ها در ماشین‌های سبک جنگی محدود کرده است. معروفی یک ورقه زرهی لایه‌ای، راهی است که می‌توان با آن ضمن ارتقاء مقاومت به نفوذ، وزن زره را نیز کاهش داد [۳]. البته برای این منظور می‌توان از مواد دیگر نیز بهره برد. به عنوان مثال، مقاومت (در برابر پرتابه) زره‌های ساخته شده از آلیاژ آلومینیم با مقاومت زره‌های فولادی با ضخامت‌های بیشتر، برابر است. سرامیک‌های مانند Al_2O_3 , B_4C , SiC و TiB_2 نیز مواد متداولی هستند که به خاطر ترکیب سختی بالا و دانسیته پایین جایگزین فولادهای بسیار سنتگین می‌شوند [۴-۶].

پیشرفت مهندسی علم مواد، نانوفناوری و مخصوصاً نانو مواد، فرصلات‌های زیادی را ایجاد کرده است. اخیراً گزارش شده که سیستم‌های تقویت شده با نانو الیافها که انتظار می‌رود رابطه وزن به محافظت قابل توجهی داشته باشند، نه تنها برای تجهیزات انفرادی بلکه برای قسمت بدنه موتور ماشین‌ها و حتی هواپیماها و نه تنها تحت شرایط جنگی، بلکه به صورت بالقوه در بازارهای مواد بالستیک قابل استفاده‌اند.

فلزات عمده‌ای به دلیل خواص تغییر فرم پلاستیک آن‌ها، برای جذب انرژی ضربه استفاده می‌شوند. برخلاف فلزات، مواد کامپوزیتی پلیمری معمولاً تغییر فرم پلاستیک از خود نشان نمی‌دهند، اگرچه رابطه تنش-کرنش آن‌ها مدل‌های مختلفی از رفتار غیر خطی را نشان می‌دهد. یکی از سازوکارهای جذب انرژی در ساختار مواد، جذب داخلی است به طوری که برای کنترل ارتعاش و خستگی بسیار

1- Weldox
2- Hardox
3- Domex

تنش هایی که در طول ضربه بوجود می آیند از استحکام نهایی زره و هسته فولادی پرتابه فراتر می رود. در این مرحله، نوک پرتابه تحت تغییر فرم پلاستیک قرار می گیرد و در سطح زره، حفره بوجود داد می آید. در مرحله بعد، پرتابه با یک سرعت ثابت در زره نفوذ می کند و حفره عمیق تر می شود. تغییر فرم پلاستیک نوک پرتابه، سطح تماس پرتابه را افزایش داده و مقاومت زره باعث کاهش در سرعت آن می شود و در مرحله نهایی ضربه، پرتابه به زره می چسبد. انتخاب اشتباه خواص مکانیکی زره و متعاقباً لایه های سطحی زره باعث می شود که مکانیزم شکست مرحله دوم اتفاق بیفتد و زره سوراخ شود. سختی زره، توانایی کند کردن نوک تیز پرتابه را مشخص می کند (شکل ۲) و توزیع انرژی ضربه در یک منطقه وسیع را مطمئن می سازد.



شکل ۲- (الف) پرتابه آتش زنه سوراخ کننده زره (ب) پرتابه B32 [۱۱]

شکل (۳-a) نانوزره هی که با علامت GT12 مشخص شده و با پرتابه سوراخ شده است را نشان می دهد. نانوزره آستینیتی که با نام GT14 مشخص شده است (شکل (۳-b)), نیز مانند نمونه های دیگر، از استاندارد ۴۵۶۹STANAG ۴۵۶۹ پیروی می کند. نمونه دیگر، لایه آستینیت / نانو آستینیت است که با GT18 مشخص شده است (شکل (۳-c)) و کمترین مقاومت در برابر پرتابه را از خود نشان می دهد. اندازه گیری سختی لایه های سطحی در سطح مقطع زره انجام شده است. (شکل های ۶-۷). سه سری آزمون سختی در سه نقطه در لایه های سطحی به طور کامل اندازه گیری شده و مشخص شده است که سختی میانگین تمام زره ها در فاصله ۸۰ تا ۸۵ راکول (HRA) بوده است. ضخامت مؤثر نانو ساختار همانند سختی بر کاهش سرعت پرتابه در حین ایجاد حفره تاثیرگذار بوده است.

در مورد زره های GT12 و GT14، ضخامت میانگین نانو لایه ها ۴/۵ میلی متر تخمین زده شده است. زره GT14 با تغییر شدید در سختی بین لایه نانو و مواد پایه مشخصه یابی شده است. برای کاهش خطر ترک، آستینیت نرم به عنوان زیر لایه استفاده شده است.

سرامیک، ثبات بسیار بالایی در برابر تخریب UV در مقایسه با پلیمرها دارد. شکنندگی آنها و همچنین تراکم خاچشان، از استفاده آنها در لباس جلوگیری می کند. اما با اتصال شیمیابی مناسب نانوذرات سرامیکی به سطح الیاف، می توان از مواد در برابر اشعه UV بدون تغییر هیچ ویژگی دیگری به طور مؤثر محافظت کرد. این کاربرد می تواند توسعه و اکنش مناسب نانوذرات با الیاف کولار ۲۹ با استفاده از عامل اتصال های آلی بین الیاف و ذرات انجام شود. مشکل روابط، پیچیده تر از بقیه می باشد. افزودن یک مانع فیزیکی در برابر مولکول های آب رایج است. مشکل در سطح مولکولی این است که این مانع، یکپارچگی مولکول ها را در طول استفاده نگه می دارد، خمی را تحمل کرده و مقاومت در برابر برش لباس نظامی را فراهم می آورد. اما نانوذرات عامل دار شده شیمیابی، به مولکول های آب متصل شده و امکان ارائه یک سد شیمیابی با ساخت الیاف های آلی را فراهم می کند.

طرح فرضی فوق به یک جلیقه زرهی واقعی که توسط شرکت پارا فلای تولید و تحت علامت تجاری "NanoPROTEC" می باشد اعمال شده است. فناوری های اختصاصی شامل یک شبکه چند عضوی است که در میان مواد دیگر، از کولار ۲۹ استفاده می کند؛ نانوذراتی که اصلاح شیمیابی شده و در طی فرایند ساخت به هم متصل می شوند. تصویری از کولار ۲۹ در شکل (۱) آمده است.

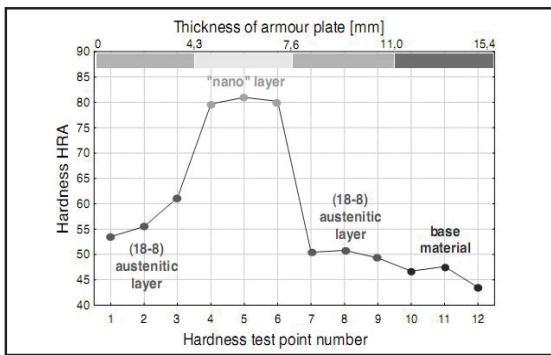


شکل ۱- شمایی از صفحه کولار، ساخت [۱۰] NanoPROTEC

۳- کاربرد نانوفناوری در افزایش مقاومت زره های فلزی با جوشکاری GMA^۱

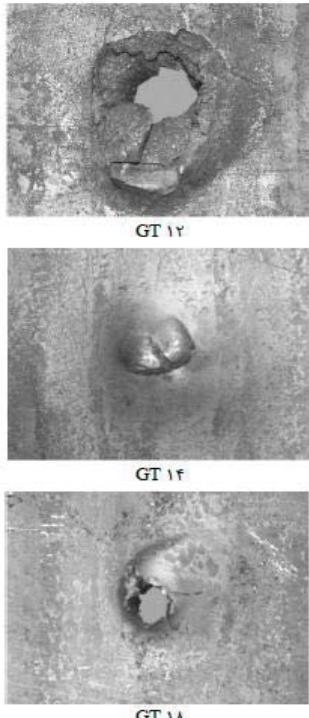
دو سازوکار اصلی شکست نفوذی زره عبارت است از:

- ۱) نفوذ در زره بدون سوراخ کردن
 - ۲) نفوذ کامل به همراه سوراخ کردن
- هر دو سازوکار شکست، با ضربه پرتابه شروع می شود [۱۱].

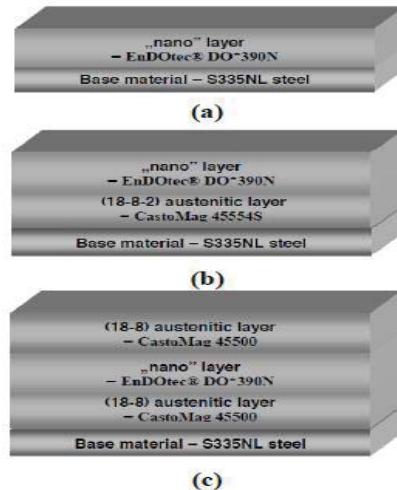


شکل ۶- توزیع سختی در مقطع عرضی زره GT18

مقایسه سطح ضربه زره GT14 و GT12 با نشان می‌دهد که زره GT14 با یک لایه میانی نرم، جذب انرژی ضربه بهتری دارد. کمترین سختی لایه نانوساختار، HRA ۸۱-۸۰ در سطح مقطع زره GT18 به دست آمده است، شکل (۳-۳). سختی میانگین لایه نانو در زره GT18 کمتر از سختی این لایه در زرههای GT12 و GT14 می‌باشد که این به دلیل ترکیب با آستینیت نرم به عنوان زیرلایه و لایه محافظ است، شکل های (۶) و (۸-۸). ضخامت مؤثر لایه نانوساختار کمتر شده و برابر ۳ میلی متر می‌باشد. این تنها٪ ۲۰ ضخامت کل زره است (شکل -۸-۳).



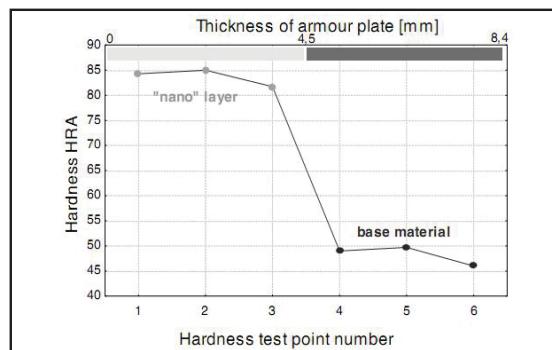
شکل ۷- نتایج آزمون پرتابه زره‌های نانوساختار و درجه بندی شده [۱۱]



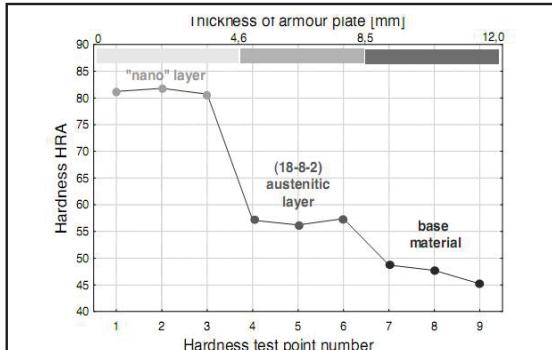
شکل ۳- ترتیب لایه‌های سطحی: (a) زره GT1۲ نانو (b) زره GT1۴

آستنیت- نانو (c) زره GT18 آستنیت- نانو- آستنیت [11]

لایه آستنیت نرم همچنین، انرژی ضربه پرتابه را جذب کرده و لایه نانوساختار ترد، از ترکهای زیرسطحی جلوگیری می‌کند (شکل ۷). ترکیب ماده نانو سخت و آستنیت نرم در منطقه خط ذوب، کاهش انداز سختی تا ۸۲-۸۱ HRA را باعث می‌شود.



شکل ۴. توزیع سختی در سطح مقطع عرضی زره [۱۲ GT12]



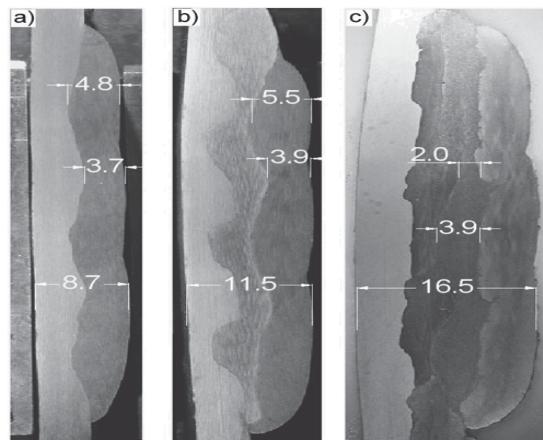
[١١] GT1٤، ٥-٦: بع سخته، مقطع عرضی، ز، ٥

۲-۴-۱) اثر هندسه ذره

ذرات، لوله ها و پلاکت ها سه نوع تقویت کننده معمولی هستند. بهبود قابل توجه استحکام ضربه نانو کامپوزیت های پلیمری با اضافه کردن نانولوله های دارای عامل آمینو و یا مقدار کمی از SWCNTs به دست آمده و چقرمگی ضربه PMMA (پلی متیل- متاکریلات) به طور قابل توجهی با افزودن نانولوله ها بهبود یافته است. چقرمگی و مدول پلی پروپیلن (PP) تقویت شده با نانولوله ها حداقل در ۱٪ وزنی نانولوله نیز افزایش نشان داده است. علاوه بر این، چقرمگی ضربه و سفتی کامپوزیت های پلیمری تقویت شده با نانولوله ها مشخص شده است که تابعی از مدول یانگ نانولوله می باشد [۱۵].

۲-۴-۲) فواصل بین ذره ای و کسر حجمی پر کننده

ویانا^۱ گزارش داده است که بر اساس مشاهدات تجربی و^۲، چقرمه شدن ذرات اصلاح شده پلیمر های نیمه کریستالی، مربوط به فاصله بین ذرات (S)، می باشد (شکل ۹). نیز نشان می دهد که بهبود قابل توجهی در چقرمگی، زمانی که فاصله بین ذرات S کوچکتر از قطر ذرات d است، ایجاد می شود [۱۶]. به طور مشابه، وتل و همکاران نیز افزایش تجربی چقرمگی شکست با افزایش نسبت قطر به فاصله ذرات را مشاهده کردند [۱۷].



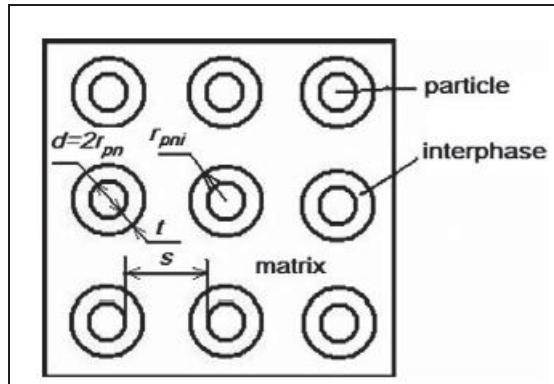
شکل ۸- توزیع ضخامت لایه نانوساختار (a) زره GT14، (b) زره GT12، (c) زره GT18 [۱۱]

۴-۱) نانوتقویت کننده ها در نانوزره های زمینه پلیمری

اخیراً گزارش شده است که قابلیت جذب انرژی مواد کامپوزیت و خواص مربوط به آن را می توان با اضافه کردن پر کننده های نانو اندازه مهندسی کرد. برای مثال، ذرات نانویی صلب و سخت مانند SiO_2 ، Al_2O_3 ، CaSiO_3 ، TiO_2 نانومتری خاک رس به عنوان پر کننده استفاده شده است. برخی از پارامترهای مهم در این بخش ارائه شده است.

۴-۱-۱) اثر سفتی ذره

افزایش مقدار پر کننده نرم/لاستیک میکرونی چقرمگی ضربه را بهبود می بخشد، اما باعث کاهش مدول الاستیسیته یک ترکیب پلیمری می شود. از سوی دیگر، افزایش مقدار پر کننده های سخت/صلب میکرونی، چقرمگی ضربه و مدول الاستیسیته این مواد را بهبود می بخشد. به عنوان مثال، افزودن CaCO_3 سخت با قطر ۶۰ نانومتر (۰٪ حجمی) در پلی اتیلن با چگالی بالا (HDPE)، استحکام ضربه را بیش از ۲۰۰٪ بهبود می بخشد. افزودن نانو ذرات Al_2O_3 به رزین اپوکسی به طور همزمان سفتی، انرژی ضربه و کرشمشکست را در میزان کم پر کننده (۱-۲٪ حجمی) بهبود می بخشد. این اصلاحات به طور معمول برای کامپوزیت های تقویت شده با ذرات میکرونی مشاهده نشده است [۱۲-۱۳]. نانوذرات پوسته هسته لاستیکی (CSR) با داشتن یک هسته لاستیکی نرم و یک پوسته شیشه ای برای بهبود چقرمگی شکست رزین و بنیل استر اپوکسی، به طور قابل توجهی بیشتر از ذرات نانورس مونتمورینولیت (MMT) که دارای کسر وزنی یکسان است می باشد، اما ترکیب دوتایی CSR و نانو خاک رس بهترین عملکرد متعادل از چقرمگی، مدول و استحکام را دارد [۱۴].



شکل ۹- پارامترهای هندسی در کامپوزیت های تقویت شده با نانوذرات [۱۸]

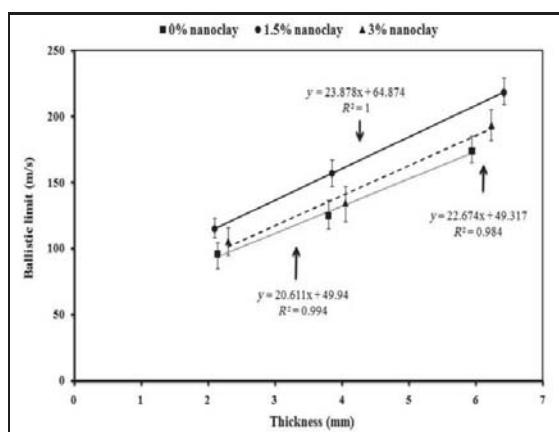
۴-۴-۲) اثر نوع پلیمر زمینه و پر کننده

مثالی در اینجا مطرح شده است که تقویت PP (پلی پروپیلن) و PE (پلی اتیلن) با ۴٪ وزنی نانورس، منجر به تغییرات قابل توجه در رفتار چقرمگی ضربه تحت شرایط فرایندی یکسان می شود. استحکام ضربه ای نانو کامپوزیت PP افزایش یافته است در حالی که برای نانو کامپوزیت پلی اتیلنی با توجه به اندر کنش قوی تر PP- خاک رس و

خاک رس به طور کامل ورقهورقه نشده باشند. میاگاوا^۳ و همکاران طول نانو پلاکت‌های رس ورقه ورقه شده را در طیف وسیعی از ۷۰ تا ۳۸۰ نانومتر اندازه گیری کردند و این در حالی بود که نانو پلاکت‌ها در محدوده طولی ۸۰۰-۶۰۰ نانومتر می‌باشند، زیرا ضخامت این نانو پلاکت تنها ۱ نانومتر است و به راحتی در حین تولید خاک رس ورقهورقه شده و شکسته می‌شوند. به طور مشابه، چقرمگی شکست کامپوزیت اپوکسی پایه زیستی تقویت شده با نانو پلاکت، بهبود چقرمگی شکست بیشتری نسبت به کامپوزیت تقویت شده با نانو پلاکت، نشان می‌دهد [۲۱].

۵- رابطه ضخامت لایه نانویی با حد بالستیک

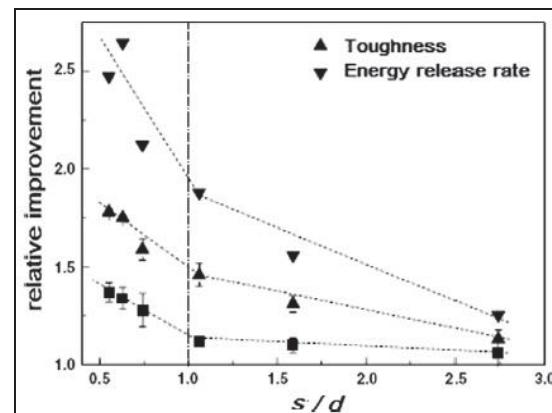
مطالعه گزارش‌های متعدد درباره پارامترهای مختلف در جذب انرژی مواد کامپوزیتی تحت ضربه سرعت بالا نشان می‌دهد که پارامترهای مؤثر برای پیش‌بینی حد سرعت‌های بالستیکی شامل موارد زیر می‌باشند: ضخامت لایه، دانسیته لایه‌ها، جرم، طول و شعاع نوک پرتاپه. در این قسمت سعی شده که پارامترهای مؤثر بر خواص مکانیکی، که نه تنها نقش حیاتی در جذب انرژی بازی می‌کنند، بلکه با درصدهای مختلف نانورس تغییر می‌کنند، به طور کیفی شناسایی شوند و سپس درجه واستگی بین مقادیر حد سرعت بالستیک و این پارامترها با روش‌های مختلف بررسی شود. شکل (۱۱) حد بالستیک را بر حسب تابعی از ضخامت لایه با مقادیر مختلف نانورس نشان می‌دهد.



شکل ۱۱- حد بالستیک در برابر ضخامت نمونه‌های پلیمری با مقادیر مختلف نانورس [۲۲]

این شکل نشان می‌دهد که حد بالستیک، یکتابع افزایشی خطی از ضخامت نمونه است که پرکننده ممکن است نانورس یا دیگر مواد نانو

ضعیفتر PE-خاک رس، استحکام ضربه‌ای کاهش می‌یابد. اکثربیت پلیمرهای نیمه‌کریستالی مانند PE و PP در نرخ کرنش کم، انعطاف پذیر هستند، اما در نرخ کرنش بالا در آزمون ضربه آیزوود مورد آزمایش قرار گرفته و رفتار شکننده از خود نشان می‌دهند [۱۹].



شکل ۱۰- ارتباط بین فواصل بین ذرهای و چقرمگی برای نانوکامپوزیت [۱۸] / اپوکسی / SiO₂

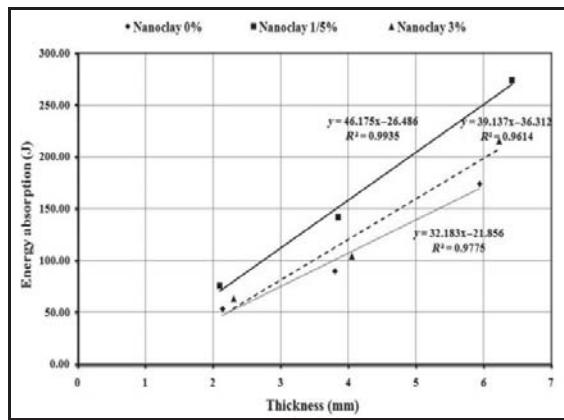
۴-۵-۴- اثر چسبندگی فصل مشترک

پادسیاد لو^۱ و همکاران، سازوکار تقویت MMT / PVA / LBL (بلی وینیل / مونتموریلوئیت) به دست آمده از روش لایه‌لایه (LBL) را مورد مطالعه قرار داده و نشان دادند که ساختار پلاکت رس سازمان یافته، حداکثر تعداد اندرکنش پلیمر / MMT را ایجاد کرده و حرکت زنجیره پلیمر را محدود کرده است که منجر به انتقال نیروی بسیار کارآمد بین فاز پلیمر و پلاکت MMT می‌شود [۲۰].

نیروهای واندروالس در یک CNT / پلیمر یا پلیمرهای زنجیره‌ای PVA / MMT به شدت با دو یا سه پرکننده تداخل دارند که باعث افزایش مقاومت سطحی و انرژی مورد نیاز برای تشکیل ترک می‌شود. میاگاوا^۲ و همکاران نشان دادند که چسبندگی فرعی در فصل مشترک برای جذب انرژی ضربه ارجح است. اما بهبود استحکام ضربه برای اپوکسی صلب، با اضافه کردن نانو پلاکت‌های ارگانو رس، مشکل می‌باشد. چقرمگی شکست و میران بحرانی انتشار انرژی با زبری سطح شکست نانورس / اپوکسی و پلاکت سیلیکا / اپوکسی مرتبط خواهد بود و فرض بر این است که سطح شکستگی خشن، نشانه‌ای از چسبندگی خوب بین ذرات و زمینه می‌باشد.

۶-۶- توزیع پرکننده‌ها

برخی از تجربیات نشان داده که چقرمگی با افزودن نانو پلاکت‌های خاک رس به اپوکسی بهبود یافته و آن زمانی است که نانو پلاکت



شکل ۱۲- جذب انرژی در برابر ضخامت نمونه‌های پلیمری با مقادیر مختلف نانورس [۲۲]

در منحنی نیرو-جایه‌جایی، جذب انرژی به وسیله سطح زیرمنحنی تا بیشینه نیروی سوراخ کننده مشخص می‌شود. محاسبات جذب انرژی برای این منطقه نشان می‌دهد که بیشتر از ۳۵ درصد کل انرژی ضربه، به وسیله این منطقه برای غلبه بر مدول نرمی الاستیک خمشی جذب می‌شود. به عبارتی دیگر، در آزمون ضربه سرعت بالا، بهدلیل نرخ بالای کرنش، لایه‌های کامپوزیتی، مدول الاستیک خمشی بیشتری نشان می‌دهند و غلبه بر آن بیشتر از قبیل می‌باشد. این نکته، حساسیت مدول الاستیک خمشی کامپوزیت‌های لایه‌ای تحت بار ضربه‌ای سرعت بالا را تأیید می‌کند.

۶- مقایسه مدل‌های ارتقاء‌داده شده با نتایج تجربی به دست آمده در خصوص تأثیر نانوفناوری بر مقاومسازی

زره‌ها

ثبت و همکاران برای مقایسه مقادیر تجربی به دست آمده برای حد سرعت بالستیک و مقادیر پیش‌بینی شده در مدل‌های مختلف، از روش زیر برای آماده‌سازی نمونه‌های آزمایش استفاده کردند. شیشه بافت E برای لباس با دانسیت 400 g/m^2 به عنوان تقویت‌کننده و رزین پلی‌استر غیر اشباع با $40 \text{ درصد وزنی استایرین}$ با ویسکوزیتی 50°C به عنوان زمینه توسط آن‌ها مورد استفاده قرار گرفته است. نانورس B30 به عنوان یک مونتمورینولیت بهبودیافته با MT2EtOH متیل، تالو، ۲-هیدروکسیل اتیل چهار آمونیم کلراید و MEKP به عنوان رس بهبودیافته مورد استفاده قرار گرفته است. کیالت نفتالن به مقدار $1\% / 0.1\%$ گرم در 100 گرم رزین به کار رفته است. در ابتدا، نانورس برای تولید نمونه‌های حاوی $0.05\% / 1\%$ درصد وزنی نانورس به مدت ۱ ساعت در دمای 110°C در گریه قرار گرفته تا هرگونه رطوبت از آن حذف شود و سپس به رزین اضافه

باشد. این افزایش خطی در حد بالستیک و افزایش در ضخامت می‌تواند با معادله زیر نشان داده شود:

$$V_{50} = \alpha T \quad (1)$$

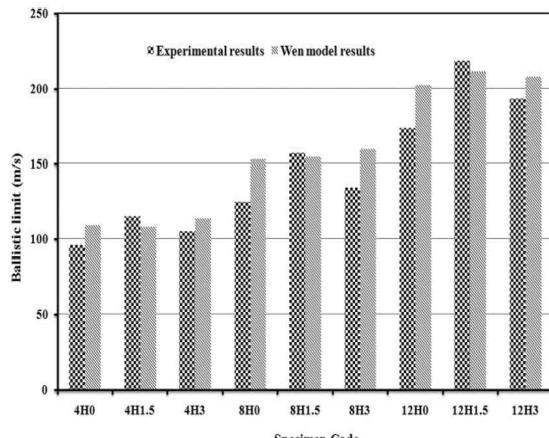
به طوری که T و α به ترتیب ضخامت لایه و شیب افزایش خطی در منحنی حد سرعت بالستیک بر حسب ضخامت می‌باشد. واضح است که شیب خطی افزایش برای V_{50} به عنوان تابعی از ضخامت لایه، بیشترین مقدار را برای نمونه‌های حاوی $1/5$ درصد وزنی نانورس دارد. همان‌طور که در شکل (۱) نشان داده شده است افزایش ضخامت منجر به افزایش شیب منحنی تا $22/8$ و $23/8$ برای لایه‌های حاوی $1/5$ و 3 درصد وزنی نانورس می‌باشد. با این وجود، برای لایه‌های بدون نانورس، با افزایش ضخامت، شیب منحنی تا $20/4$ افزایش می‌یابد.

همچنین، نتایج مشابه برای جذب انرژی به عنوان تابعی از ضخامت برای نمونه‌های مشابه در شکل (۱۲) آورده شده است. در این شکل، می‌توان دریافت که لایه‌های حاوی نانورس بهبود بیشتری در مقادیر سرعت بالستیک با افزایش ضخامت نشان می‌دهند. شیب افزایش خطی جذب انرژی به عنوان تابعی از ضخامت لایه $32/18$ برای نمونه‌های بدون نانورس می‌باشد. افزایش تا $39/13$ و $46/17$ برای نمونه‌های حاوی 3 و $1/5$ درصد وزنی نانورس قبل مشاهده است. بنابراین، برای نانوکامپوزیت‌های لایه‌ای، مقادیر جذب انرژی مشابه مقادیر حد بالستیک است که هر دو یک رابطه خطی با ضخامت لایه از خود نشان می‌دهند که به صورت معادله زیر نوشته می‌شود:

$$E_{50} = \beta T \quad (2)$$

به طوری که T و β به ترتیب ضخامت لایه و شیب منحنی جذب انرژی بر حسب ضخامت می‌باشد. این شکل‌ها بیان می‌کنند که شیب خطی برای ورقه‌های حاوی نانورس مقادیر بیشتری بر حسب افزایش ضخامت در برابر لایه‌های بدون نانورس نشان می‌دهند. به این ترتیب، اثر نانورس بر لایه‌های ضخیم در مقایسه با لایه‌های نازک، بیشتر است. همچنین، می‌توان دریافت که بیشترین شیب افزایش برای نمونه حاوی $1/5$ درصد وزنی نانورس در مقایسه با نمونه‌های حاوی 3 درصد وزنی می‌باشد و این نشان می‌دهد که نوع و حالات پراکندگی، نقش کلیدی را در رفتار ضربه با سرعت بالای نانو کامپوزیت‌ها بازی می‌کند. همچنین به منظور بررسی سازوکارهای دیگر جذب انرژی کامپوزیت‌های لایه‌ای تحت آزمون ضربه، رفتار نفوذ و سوراخ کنندگی شبه استاتیک برای همه نمونه‌ها بررسی شده است. آزمون نفوذ و سوراخ کنندگی با سرعت $5 \text{ میلی‌متر بر دقیقه}$ انجام شده است.

داده شده است). این می‌تواند مربوط به تفاوت بین مقادیر استحکام فشاری ضخامت نانوکامپوزیت‌های لایه‌ای حاوی $1/5$ درصد وزنی نانورس و لایه‌های کامپوزیتی باشد.



شکل ۱۳- مقایسه حد سرعت باستیک مدل ون و نتایج تجربی ثابت و همکاران [۲۲]

شده و در یک میکسر به مدت ۸۰ دقیقه در ۸۰۰ دور بر دقیقه به طور همگن مخلوط شده است.

نمونه‌های کامپوزیت پلیمری به روش لایه به لایه با استفاده از شیشه E و ترکیب رزین/نانورس در ابعاد $2250 \times 2250 \text{ mm}^2$ در سه لایه مختلف $4, 8$ و 12 تولید شده است. تمام نمونه‌ها به مدت ۲۴ ساعت در دمای اتاق و سپس ۲۰ ساعت در دمای 80°C درجه حرارت داده شده‌اند. کسر جرمی تارها در لایه‌ها بر اساس زمینه کامپوزیت از $0/52\%$ تا $5/02\%$ متغیر است. ضخامت نمونه‌ها از $2/10$ تا $4/6$ میلی‌متر بر اساس تعداد لایه‌ها و درصد نانورس تغییر می‌کند.

۶- آزمون ضربه سرعت بالا

آزمون‌های ضربه سرعت بالا به وسیله تفنگ گازی با سرعت در حدود 110 تا 220 m/s انجام شده است. پرتابه استفاده شده برای تمام آزمون‌ها، فولاد سخت شده دارای نوک نیم کروی (Rc) به طول $26/5$ میلی‌متر، قطر $7/8$ میلی‌متر و وزن $11/54$ گرم بوده است. سرعت‌های ضربه که باعث سوراخ شدن می‌شوند، قادر به عبور از هدف‌های کامپوزیتی نبوده‌اند، بدین معنی که سرعت خروجی آن‌ها صفر بوده است لذا به عنوان حد بالستیک $V50$ یا $Vb1$ معرفی شده‌اند [۲۲].

۶-۱- مدل ون

مقایسه نتایج آزمایشگاهی حدود سرعت بالستیکی برای نمونه‌های حاوی مقادیر مختلف نانورس آن توسط ثابت و همکاران به دست آمده و داده مدل‌ها برای یک پرتابه با نوک نیم کروی که توسط ون و همکاران ارائه شده در شکل (۱۳) آمده است. در کاربرد داده‌های آزمایشگاهی ثابت و همکاران برای مدل ون، فرض شده است که استحکام فشاری ضخامت، برای نمونه‌های حاوی نانورس برابر نمونه‌های بدون نانورس می‌باشد. نتایج، انطباق خوبی بین داده‌های تجربی و مقادیر پیش‌بینی شده این مدل، در تمام ضخامت‌های حاوی مقادیر مختلف درصد نانورس را نشان می‌دهد. این توافق نزدیک برای ضخامت‌های مختلف می‌تواند به ملاحظات انجام شده برای نوک پرتابه نیمه‌استاتیک به دلیل تغییر فرم الاستیک-پلاستیک ماده هدف و فشار مقاومتی دینامیکی باشد.

تفاوت‌های اندک بین پیش‌بینی مدل‌ها و نتایج تجربی می‌تواند مربوط به عدم تطابق جزئی در استحکام فشاری خارج از صفحه لایه‌ها به عنوان یک پیامد اضافه کردن نانورس و تغییر در درصد وزنی تار و دانسیته صفحه می‌باشد.

در نمونه‌های حاوی $1/5$ درصد وزنی نانورس، نشان داده شده است که داده‌های تجربی برای مقدار حد بالستیک بیشتر از مقادیر پیش‌بینی شده آنالیزی می‌باشد (همان‌طور که در شکل (۱۳) نشان

۶-۱-۶. مدل واکر

این مدل بر پایه تشکیل شکل هرمی در وجه پشتی لایه‌ها به عنوان پیامد ضربه می‌باشد. واکر گزارش داده که نسبت ارتفاع هرم (h) مشاهده شده تجربی به قطر آن (R) مقداری ثابت است. مقایسه حد سرعت بالستیک از این روش با داده‌های تجربی ثابت و همکاران در شکل (۱۴) آمده است. این شکل، توافق خوبی بین نتایج تجربی و مقادیر پیش‌بینی شده توسط این مدل، برای نمونه‌های با دیواره ضخیم را نشان می‌دهد. این هماهنگی در ورقه‌های ضخیم می‌تواند مربوط به دو پارامتر باشد: حساسیت کم لایه‌های ضخیم به هندسه نوک پرتابه در سرعت ضربه بالا و همچنین حساسیت کم به نرخ کرنش بالا.

به این دلیل که دانسیته لایه‌ها همچنین یکی از پارامترهای دخیل در پیش‌بینی حد بالستیک در مدل واکر می‌باشد، همان‌طور که در شکل (۱۴) نشان داده شده است، در لایه‌های ضخیم، به دلیل تفاوت ناچیز بین دانسیته نمونه‌های حاوی نانورس و نمونه‌های بدون نانورس، نتایج آزمایشگاهی به دست آمده بسیار نزدیک به مقادیر پیش‌بینی شده مدل می‌باشد. اما با افزایش تعداد لایه‌ها، این سازگاری در مقدار تاپدید می‌شود. این تفاوت بین نتایج تجربی و پیش‌بینی‌های مدل می‌تواند مربوط به عدم توجه به هندسه نوک پرتابه در مدل باشد. همچنین در نمونه‌های با دیواره نازک، حساسیت بیشتری به هندسه پرتابه وجود دارد و تفاوت بیشتر در دانسیته در

نانومواد دارای نسبت ابعادی بیشتری می‌باشد و انرژی‌ای که توسط این نسبت ابعادی زیاد پخش می‌شود بیشتر بوده و در نتیجه، انرژی بیشتری جذب می‌شود. حضور نانورس همچنین استحکام برشی بین لایه‌ای و خواص فصل مشترک بین زمینه و فیبر را بهبود می‌بخشد که منجر به افزایش مقاومت به ضربه با سرعت بالا در کامپوزیت لایه‌ای می‌شود. این مسئله در معادله لوپز لحاظ نشده است. لوپز گزارش داده که این مدل، یک مدل آنالیزی برای ضربه با سرعت بالا برای ورقه‌های لایه‌ای پیچیده نازک است. در کل، این مدل برای لایه‌های نانوکامپوزیتی نازک مناسب‌تر می‌باشد [۲۲].

۴-۱-۶- مدل موری

شعاع قاعده مخروط تشکیل شده (RC) در وجه پشتی کامپوزیت با استفاده از تخمینی که قبلات توسط موری و همکارانش ارائه شده محاسبه شده است، به طوری که محاسبه تجربی آن مقدار، تقریباً برابر $1/4$ قطر پرتا به دست آمده است. مدل موری و همکاران، حد سرعت بالستیک را در مقایسه با نتایج تجربی به شدت ناچیز در نظر گرفته است. این مدل موفق نشده است که پیش‌بینی نزدیکتری به رفتار ضربه سرعت بالای کامپوزیت‌های لایه‌ای، به عنوان پیامد اضافه کردن نانورس در مقایسه با نتایج تجربی ارائه دهد. علاوه بر آن، این مدل هیچ‌گونه تفاوتی بین حد سرعت بالستیک به دست آمده برای ورقه‌های لایه‌ای با و بدون نانورس نشان نمی‌دهد، اگرچه که افزایش برخی از خواص فیزیکی و مکانیکی لایه‌ها در حضور نانورس را برای کامپوزیت‌های لایه‌ای نشان داده است.

۲-۶- مقایسه انرژی ازدست‌رفته و شکست پرکننده‌ها در

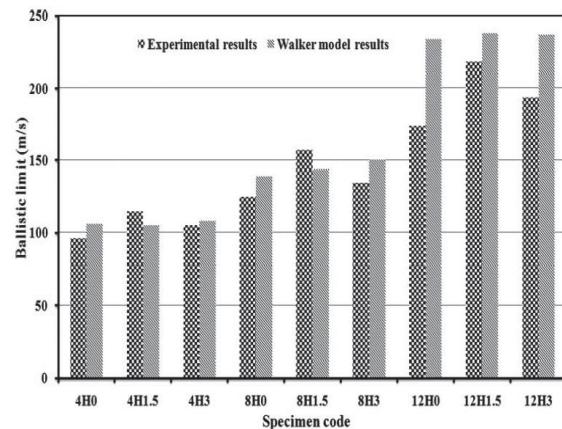
پلیمرهای تقویت‌شده با میکرو و نانوذرات و معادلات حاکم فرض شده است که تعداد n نانو‌زره، دارای حجم V_{mf} به میزان پرکننده‌های میکرونی باشد. همچنین فرض شده که ماده زمینه، پلاستیک صلب بوده و پرکننده‌های میکرو و نانو، الاستیک خطی‌اند به طوری که کل تنش از طریق زمینه به پرکننده‌ها تنها با تنش برشی فصل مشترک پیرامون پرکننده‌ها، وقتی که پرکننده به زمینه متصل است منتقل می‌شود. استحکام برشی فصل مشترک برای میکروسایزها و زمینه، σ_{mf} و برای نانوسایزها و زمینه، σ_{nf} می‌باشد. طول بحرانی که تارهای میکرونی، تحت تنش می‌شکنند به صورت زیر است [۲۳]

$$L_{cf} = \frac{r_{mf} \sigma_{mf}}{\tau_{mf}} \quad (1)$$

به طوری که σ_{mf} استحکام کششی میکروفیبر بوده و بیشینه انرژی خارج شده از هر فیبر برابر است با:

حضور نانورس منجر به افزایش نسبت دانسیته محصول به جرم پرتا به می‌شود که تاثیر مستقیم بر حدود سرعت بالستیک دارد. می‌توان دریافت که در این مدل، حد سرعت بالستیک پیش‌بینی شده که برای نمونه‌های حاوی نانورس به دست آمده است در مقایسه با نمونه‌های بدون نانورس نشان می‌دهد که مقادیر دقیق‌تری برای حدود سرعت بالستیک پیش‌بینی می‌کند؛ به خصوص وقتی که تعداد لایه‌ها مخصوصاً در نمونه‌های حاوی $1/5$ درصد وزنی نانورس، افزایش می‌باشد. سازگاری نزدیک بین داده‌های مدل و مقادیر تجربی برای نمونه حاوی $1/5$ درصد نانورس می‌تواند مربوط به اثر نانورس بر سرعت انتشار موج در تارهای تقویت‌کننده در ماده کامپوزیت باشد، و همچنین افزایش دانسیته لایه‌های حاوی نانورس که منجر به تغییر در حد سرعت بالستیک می‌شود.

در کل، این مدل برای لایه‌های نانو کامپوزیتی نازک مناسب‌تر می‌باشد.



شکل ۱۴- مقایسه حد سرعت بالستیک بوازی مدل واکر و مقادیر تجربی [۲۲]

۳-۱-۶- مدل لوپز

این مدل بر پایه معادله دیفرانسیل ناهمگن می‌باشد و بیان کرده است که سازوکارهای اصلی، ترکیبی از لایه، شکست تار و خرد شدن نمونه می‌باشد. نتایج، سازگاری خوبی بین مقادیر به دست آمده از مدل و نتایج تجربی برای نمونه‌های بدون نانورس با تعداد لایه‌های مختلف مخصوصاً ۴ و ۸ لایه نشان می‌دهد. همچنین نتایج برای نمونه‌های حاوی نانورس، مقادیر بیشتری در مقایسه با پیش‌بینی‌های مدل، مخصوصاً برای نمونه‌های حاوی $1/5$ درصد وزنی نانورس نشان می‌دهد.

این تفاوت نشان می‌دهد که وجود مواد نانورس مخصوصاً $1/5$ درصد نانورس ورقه‌شده، مقادیر قابل توجهی از کل انرژی پرتا به در لایه‌های نانوکامپوزیت را جذب می‌کند. علت این است که این

$$G_{pd} = 4\pi r_p^2 \left(\frac{3\sigma_{ms}^2 r_p^3}{4\pi E_m} \right) = \frac{3\sigma_{ms}^2 r_p^3}{E_m} \quad (8)$$

به طوری که σ_{ms} و E_m به ترتیب استحکام تسلیم و مدول الاستیسیتی ماده زمینه است. با فرض این که شکست مشابه برای نانوذرات اتفاق افتاد، نسبت انرژی شکست برای ترکیبی از نانوذرات کروی به انرژی شکست یک میکرو ذره با حجم کل یکسان به صورت زیر می‌باشد:

$$\frac{NG_{nd}}{G_{pd}} = \frac{N \sigma_{ms}^2 r_{pn}^3}{\sigma_{ms}^2 r_p^3} = \left(\frac{r_p}{r_{pn}} \right)^3 = \frac{\sigma_{ms}^2 r_{pn}^3}{\sigma_{ms}^2 r_p^3} = 1 \quad (9)$$

که G_{nd} انرژی شکست فصل مشترک برای یک نانوذره صلب است. این نشان می‌دهد که انرژی تخمین‌زده شده مرتبط با جدایش ذرات کروی از زمینه برابر همان مقدار انرژی برای ترکیبی از نانوذرات با حجم یکسان می‌باشد. نانوذرات اغلب به وسیله یک فاز واسط ضخیم با شعاع احاطه می‌شود [۲۵] و جدایش می‌تواند بیرون این فاز اتفاق افتد. اگر حجم نانوذره بر حسب r_{pn} و جدایش r_{pni} باشد، نسبت مربوطه به صورت زیر خواهد بود:

$$\frac{NG_{nd}}{G_{pd}} = \left(\frac{r_{pni}}{r_{pn}} \right)^3 > 1 \quad (10)$$

در این صورت، کامپوزیت‌های تقویت شده با نانوذرات در جذب انرژی، بسیار مؤثرتر از کامپوزیت‌های تقویت شده با میکروذرات کروی می‌باشند.

۷- نتیجه‌گیری

۱- با افزودن لایه نانوساختار بین لایه‌های آستنیتی در زره، سازوکار تخریب زره از حالت نفوذ به همراه سوراخ کردن به حالت بدون سوراخ تبدیل شده است.

۲- نتایج نشان می‌دهند که لایه‌های حاوی نانورس با افزایش ضخامت دارای بهبود بیشتری در حدود سرعت بالستیک می‌باشند.

۳- افزودن نانوذرات به لایه‌ها و ورق‌های زرهی باعث بهبود مقاومت به نفوذ در زره‌ها می‌گردد.

۴- با افزودن نانوذرات به کامپوزیت‌ها، قابلیت جذب انرژی به طور قابل توجهی افزایش می‌یابد.

۵- در مقایسه نتایج آزمایشگاهی، حدود سرعت بالستیکی برای نمونه‌های حاوی مقادیر مختلف نانومواد و داده مدل‌ها برای یک پرتابه می‌توان گفت که نتایج برای نمونه‌های حاوی نانورس مقادیر بیشتری در مقایسه با پیش‌بینی‌های مدل نشان می‌دهد، مخصوصاً برای نمونه‌های حاوی ۱/۵ درصد وزنی نانورس.

$$C_{pmf} = \frac{\pi r_{mf} \tau_{mf} L_{cf}^2}{12} = \frac{\pi r_{mf}^3 \sigma_{mf}^2}{12 \tau_{mf}} \quad (2)$$

تعداد مورد نیاز نانو فیبرهایی که دارای حجم کل برابر با میکروفیبر بوده و در زمینه یکسان قرار دارند برابر است با:

$$n_p = \frac{V_{mf}}{V_{nf}} = \frac{r_{mf}^2 L_{cf}}{r_{nf}^2 L_{cn}} \quad (3)$$

به طوری که V_{nf} و L_{cn} به ترتیب شعاع، طول بحرانی و حجم یک نانو فیبر می‌باشد.

نسبت انرژی کل خارج شده برای یک ترکیب n تایی نانوفیبر به انرژی کل خارج شده برای یک میکروفیبر با همان حجم به صورت زیر محاسبه می‌شود:

$$\frac{n_p G_{pmf}}{G_{pnf}} = \frac{\pi r_{nf} \tau_{nf} L_{cn}^2}{r_{mf} \tau_{mf} L_{cf}^2} = \sigma_{nf} / \sigma_{mf} \quad (4)$$

G_{pnf} و σ_{nf} استحکام کششی و بیشینه انرژی خارج شده از یک نانوفیبر می‌باشد. نسبت σ_{nf}/σ_{mf} برای نانو لوله‌های کربنی و فیبرهای کربنی معمولاً بین ۴ تا ۱۰۰ است. بنابراین، انرژی جذب شده توسط نانو فیبرها بسیار بیشتر از میکروفیبرهای متداول با مقدار حجم یکسان می‌باشد. می‌توان مقدار انرژی شکست یک میکروفیبر و ترکیب n فیبر نانو را به دست آورد. انرژی شکست میکروفیبر خواص الاستیک خطی از رابطه زیر به دست می‌آید:

$$G_{fmf} = \frac{\pi \sigma_{mf}^2 r_{mf}^2 L_{cf}}{2E_{mf}} \quad (5)$$

که E_{mf} مدول کششی میکروفیبر است. نسبت انرژی شکست نانوفیبرها به یک میکروفیبر دارای حجم یکسان نیز به صورت زیر است:

$$\frac{n_f G_{fmf}}{G_{fmf}} = \frac{n_f \sigma_{nf}^2 r_{nf}^2 L_{cn}}{2E_{nf}} \frac{2E_{mf}}{\sigma_{mf}^2 r_{mf}^2 L_{cf}} = \frac{L_{cf}}{L_{cn}} \frac{E_{mf}}{E_{nf}} \left(\frac{\sigma_{nf}}{\sigma_{mf}} \right)^2 \quad (6)$$

E_{nf} و G_{fmf} بیشینه انرژی شکست و مدول کششی نانوفیبرها می‌باشند. تخمین زده شده است که مقدار عددی این نسبت برای نانولوله‌های کربنی معمول و فیبرهای کربنی حداقل ۱۰۰۰ خواهد بود. بنابراین جذب انرژی در هر دو فیبر خارج شده و شکست فیبر برای ترکیب نانوفیبرها بسیار بیشتر از میکروفیبرهای با حجم یکسان است.

انرژی شکست G_{pd} ، یا انرژی شکست فصل مشترک برای میکروفیبر ذره صلب برابر است با [۲۴]:

12. Liu, Z. "Effects of coupling agent and morphology on the impact strength of high density polyethylene/CaCO₃ composites."; *Polymer*, 43(8), 2501-2506, (2002).
13. Wetzel, B.; Haupert, F.; Qiu Zhang, M. "Epoxy nanocomposites with high mechanical and tribological performance."; *Composites Science and Technology*, 63(14), 2055-2067, (2003).
14. Subramaniyan, A.K; Sun, C. "Toughening polymeric composites using nanoclay: crack tip scale effects on fracture toughness."; *Composites Part A: Applied Science and Manufacturing*, 38(1), 34-43, (2007).
15. Cooper, C.A. "Distribution and alignment of carbon nanotubes and nanofibrils in a polymer matrix."; *Composites Science and Technology*, 62(7), 1105-1112, (2002).
16. Zhang, H. "Property improvements of in situ epoxy nanocomposites with reduced interparticle distance at high nanosilica content."; *Acta Materialia*, 54(7), 1833-1842, (2006).
17. Wetzel, B; Rosso, P. "Epoxy nanocomposites-fracture and toughening mechanisms."; *Engineering fracture mechanics*, 73(16), 2375-2398, (2006).
18. Sun, L; Gibson, R.F. "Energy absorption capability of nanocomposites: a review."; *Composites Science and Technology*, 69(14), 2392-2409, (2009).
19. Stefanescu, E.A. "Hybrid polymer-clay nanocomposites: a mechanical study on gels and multilayered films."; *Polymer*, 49(17), 3785-3794, (2008).
20. Windle, A.H. "Two defining moments: A personal view by Prof. Alan H. Windle. Composites Science and Technology", 67(5), 929-930, (2007).
21. Miyagawa, H. "Effect of clay and alumina-nanowhisker reinforcements on the mechanical properties of nanocomposites from biobased epoxy: a comparative study."; *Industrial & engineering chemistry research*, 43(22), 7001-7009, (2004).
22. Esfahani, J.M; Esfandeh, M. Sabet, A.R. "Analytical models versus experimental results for composites containing nanoclay as secondary reinforcement under high velocity impact."; *International Journal of Crashworthiness*, 17(4), 430-444, (2012).
23. Sun, L., et al., Energy absorption capability of nanocomposites: a review. *Composites Science and Technology*, 2399-2409, (2009).
24. Norman, D.A. and R.E. Robertson, Rigid-particle toughening of glassy polymers, *Polymer*, 2351-2362, (2003).
25. Eitan, A., et al., Reinforcement mechanisms in MWCNT-filled polycarbonate. *Composites Science and Technology*, 1162-1173, (2006).

۸- تشکر و قدردانی

در اینجا لازم می‌دانیم از همکاری صمیمانه مرکز تحقیقات بالستیک، ضربه و انفجار دانشگاه جامع امام حسین(ع) کمال تشکر را داشته باشیم.

مراجع

۱. گواهی، تورج؛ مقدمه‌ای بر سازه‌های امن و استحکامات، انتشارات دانشگاه جامع امام حسین(ع)، (۱۳۹۱).
2. Børvik, T; Dey, S; Clausen, A. H. "Perforation resistance of five different high-strength steel plates subjected to smallarms projectiles."; *International Journal of Impact Engineering*, 36, 948-964, (2009).
3. Chin, E. "Army focused research team on functionally graded armour composites."; *Materials Science and Engineering A*, 259, 155-161, (1999).
4. Pettersson, A; Magnusson, P; Lundberga, P; Nygren, M. "Titanium–titanium diboride composites as part of a gradient armour material."; *International Journal of Impact Engineering*, 32, 387-399, (2005).
5. Übeyli, M; Yıldırım, R; Ögel, B. "Investigation on the ballistic behaviour of Al2O3/Al2024 laminated composites."; *Journal of Materials Processing Technology*, 196, 356-364, (2008).
6. Keçeli, Z; Öğünç, H; Boyraz, T; Gökçe, H; Addemir, O; Lütfi Öveçoili, M. "Effect of B4C addition on the microstructural and thermal properties of hot pressed SiC ceramic matrix composites."; *Journal of Achievements in Mechanical and Manufacturing Engineering*, 37/2, 428-433, (2009).
7. Lee, Y. S.; Wetzel, E. D.; Egres, R. G.; Wagner, N. J. "ADVANCED BODY ARMOR UTILIZING SHEAR THICKENING FLUIDS", 23rd Army Science Conference, Orlando, 29-40, (2002).
8. Sun, L.; Gibson, R. F.; Gordanejad, F.; Suhr, J. "Energy absorption capability of nanocomposites: A review"; *Composites Science and Technology*, 69, 2392-2409, (2009).
9. Kitagawa, T; Yabuki, K; Young, R. "An investigation into the relationship between processing, structure and properties for high-modulus PBO fibres. Part1. Raman band shifts and broadening in tension and compression."; *Polymer*, 42(5), 2101-2112, (2001).
10. Balisti, N.Z; Materiale, N. "Nanotechnology for ballistic materials: from concepts to products."; *Materiali in tehnologije*, 47(3), 267-271, (2013).
11. Klimpel, A; Luksa, K; Burda, M. "Structure and properties of GMA surfaced armour plates."; *Science and Engineering*, 43(2), 109-116, (2010).

Reinforcing Armors by Nanotechnology

S. A. Vaziri¹

S. A. Hosseini Khorasani²

Abstract

Passive defense is defined as measures that do not need to make use of weapons and could reduce financial damage and casualties or mitigate their effects. Passive defense includes cover, dispersion, redundancy and displacement, deception, warning, reinforcements and safe structures. One of the passive defense measures is reinforcement by armors that can defend vehicles against attack, through increasing the resistance and efficiency of armored vehicles in the future battlefields. Nano Armors, are materials whose structure is either made in nano or nanoparticles are used in their structure. Using nanotechnology would enhance armor efficiency against high speed projectiles. In this Article, the desired impact of nanotechnology for armors reinforcement including body armors and armored vehicles are investigated.

Key Words: *Passive Defense, Nano Armors, Nanotechnology, Reinforcement, Energy Absorption*

1- Assistant Professor and Academic Member of Imam Hussein Comprehensive University (avaziri@ihu.ac.ir) - Writer-in-Charge
2- M.S in Nanomaterial, Engineering and Technical Faculty, Teacher Training University