دوره ۳۲، شماره ۶، شماره پیاپی ۱۵۳، بهمن و اسفند ۱۴۰۲، صفحه ۶۱–۴۹ ISSN: 1605-9719

DOI: https://doi.org/10.30506/mmep.2024.2010926.2117

بررسی عددی اثر نانولوله های کربنی بر خواص مکانیکی و رفتار شکست نانوکامپوزیت پلیمری با استفاده از مدل الیاف ناییوسته

چکیدہ: استفادہ از مدل های تجربی و شبه تجربی برای مدل کردن خواص نانوکامپوزیت ها به منظور پیش بینی خواص مکانیکی و شکست آن ها می تواند به کاهش هزینه و زمان و طراحی بهینه آن ها منجر شود. در این یژوهش به منظور مدل کردن خواص مکانیکی و رفتار شکست نانوکامپوزیت پلیمری تقویت شده با نانولوله های کربنی در درصدهای حجمی ۰/۵ درصد، ۰/۷۵ درصد و ۱ درصد از مدل الیاف ناپیوسته (کوتاه) استفاده شده است. مدل الیاف ناییوسته در یژوهش های پیشین برای مدل کردن خواص کامیوزیت ها با الیاف تقویت کننده ناییوسته در مقیاس ماکرو مورد استفاده قرار گرفته است که با توجه به هندسه استوانه ای شکل نانولوله ها، از این روش در کار حاضر استفاده شده است، همچنین با استفاده از این مدل و نیز مدل توزیع تصادفی نانولوله ها در ماتریس اپوکسی شبیه سازی اجزای محدود خواص مکانیکی و رفتار شکست در مقیاس نانو و مزو با بهره گیری از برنامه نویسی زبان پایتون انجام گرفته است.

واژههای راهنما: مدل الیاف ناییوسته، رفتار شکست، نانوکامیوزیت پلیمری، نانولوله های کربنی، روش اجزای محدود

Numerical investigation of the effect of carbon nanotubes on mechanical properties and fracture behavior of polymeric nanocomposite using discontinuous fiber model

Abstract: The use of empirical and semi-empirical models to model the properties of nano composites to predict mechanical properties and failure leads to cost and time reduction and optimal design. In this study, discontinuous (short) fiber models were used to model the mechanical properties and fracture behavior of carbon nanotube reinforced polymer nanocomposites with volume fractions of 0.5%, 0.75%, and 1%. In previous studies, the discontinuous fiber model was used to determine the macro scale properties of composites reinforced with discontinuous fibers. In this study, a model that considers the geometric similarity between short fibers and nanotubes was used. Using this model and the model of random distribution of nanotubes in the epoxy matrix, simulations were performed using the Python programming language and the mechanical properties and fracture behavior were investigated at the Nano and mesoscales.

Keywords: Discontinuous fiber model, Fracture behavior, Polymeric nanocomposite, Carbon nanotube, FEM

Hamed Bazvandi*

Assistant Professor, Department of Mechanical Engineering, Khorramabad Branch, Islamic Azad University, Khorram Abad

Hooman Farashzade

MSc., Department of Mechanical Engineering, Khorramabad Branch, Islamic Azad University, Khorram Abad

حامد بازوندى استاديار، ، مکانیک، گرہہ مہندسے واحد خرمآباد، دانشگاه آزاد اسلامی، خرمآباد

هومن فراشزاده کارشناسیارشد، گروه مهندسی مکانیک، واحد خرم آباد، دانشگاه آزاد اسلامی، خرمآباد

مقاله علمي پژوهشي دریافت: ۱۴۰۲/۰۶/۱۴ بازنگری: ۱۴۰۲/۰۷/۲۵ پذیرش: ۱۴۰۲/۱۰/۲۳



نشریه مهندسی مکانیک

نشريه علمي انجمن مهندسان مكانيك إيران

۱– مقدمه

پلیمرها با پرکنندههای گوناگون در اندازه و شکلهای مختلف بهمنظور دستیابی به خواص بهتر فیزیکی، مکانیکی، حرارتی، الکتریکی، مغناطیسی و اپتیکی تقویت میشوند که در سه دهه اخیر پرکنندههای در مقیاس نانو موردتوجه بیشتری قرار گرفتهاند. پرکنندههای مقیاس نانو به سه دسته اصلی صفر بعدی (مانند نانوذرات سیلیکا)، یکبعدی (مانند نانولولههای کربنی) و دوبعدی (مانند نانو صفحات گرافن) تقسیم بندی میشوند [۱]. نانوکامپوزیتهای پلیمری مواد با دو مؤلفه ماتریس پلیمری و پرکنندههای در مقیاس نانو هستند که میتوان آنها را بر اساس ریختشناسی، ابعاد نانوذرات، نوع پلیمر و پاسخ حرارتی دسته بندی کرد[۲].

نانوکامپوزیتهای پلیمری با روشهای بسیاری تهیه میشوند که سه روش مهم آن شامل مخلوط سازی مکانیکی، پلیمریزاسیون و اختلاط ذوبی است[۳].

نانوکامپوزیتهای پلیمری با بهبود خواص مکانیکی، حرارتی، الکتریکی، مغناطیسی و اپتیکی در طیف گستردهای از صنایع هوافضا، خودروسازی، پزشکی، حسگرها، تصفیه آب بستهبندی و محافظ الکترومغناطیسی کاربرد دارند[۱٫ ۴].

مقصودلو و همکاران [۵] تاثیرات فاز میانی، انحنا و انباشتگی نانولوله های کربنی تک دیواره را بر خواص مکانیکی نانوکامپوزیت پلیمری با روش تجربی و شبیه سازی اجزای محدود با تعریف شش مورد المان حجمی نماینده با درصد های وزنی ۰/۱، ۳/۰و ۵/۰ درصد از نانولوله کربنی مورد ارزیابی قرار دادند، که بهترین انطباق میان نتایج تجربی و عددی با لحاظ کردن هم زمان پارمتر های انحنا و انباشتگی در نمونه ۰/۱ درصد از نانولوله با درصد خطای ۰/۱ مشاهده شد.

محسنزاده و همکاران [۶] با بهرهگیری از روش اجزای محدود و دینامیک مولکولی تأثیر پارامترهایی چون طول، قطر و کایرالتی برمدول یانگ و مدول برشی نانولولههای معیوب را بررسی و نشان دادند که پارامتر قطر نسبت به طول تأثیر بیشتری بر مدول یانگ نانولولهها دارد، و عیب جای خالی برای نانولولههای کایرال اثر گذاری بیشتری بر مدول یانگ، نسبت به انواع زیگزاگی و آرمچیر دارد.

دستمرد، انصاری و روحی با شبیه سازی نانولوله های کربنی، سیلیکونی، ژرمانیومی و قلعی با مقید کردن با قید محبوس سازی در مقیاس نانو به روش اجزای محدود، به تخمین مدول یانگ پرداخته و برتری نانولوله کربنی بر افزایش سختی نانوکامپوزیت را نسبت به سایر نانولوله ها نشان دادند [۷].

یزدان پرست و رفیعی[۸] تاثیر سرعت بیرون کشی نانولوله های کربنی در ماتریس پلیمری بر تنش برشی بحرانی سطح میانی نانولوله های کربنی و ماتریس پلیمری را با روش دینامیک ملوکولی شبیه سازی کرده و نشان دادند که تغییرات انرژی بیرون

کشیدگی و تنش بحرانی سطح میانی نسبت به تغییرات پارامتر های طول و قطر تا حدودی موثر است. زابری و است[۹] با استفاده از روش اجزای محدود با مدل کردن المان حجمی نماینده به تخمین مدول یانگ موثر نانوکامپوزیت پلیمری برای انواع نانولوله شامل مدل دسته صندلی، کایرال و زیگزاگی پرداختند، نتایج نشان داد مدل دسته صندلی برای کاربردهای استحکام بالا مناسب می باشد در حالی که مدل زیگزاگی در جاهای که استحکام نسبتا کمتر است مناسب می باشد و همچنین نشان دادند بین نتایج عددی و تئوری مطابقت خوبی وجود دارد. آلیان ، کاندوول و مگوید خواص الاستیک موثر با تاثیر انباشتگی نانولوله های کربنی در کامپوزیت با زمینه اپوکسی را با توسعه مدل دینامیک مولکولی و مدل چند مقیاس محاسبه کردند. آنها نشان دادند که درجه بالاتری از ارتوتروپی فیبر در مقیاس نانو به طور قابل توجهی بر خواص مکانیکی نانوکامپوزیت تأثیر می گذارد[۱۰]. ارورا و پاثاک مدلی محاسباتی برای محاسبه خواص الاستیک در بارگذاری های مختلف (محوری و برشی) با استفاده از روش اجزای محدود ارائه کردند، از نتایج عددی مشاهده شد که رابطه ماتریس و پرکننده به طور قابل توجهی بر استحكام الاستيك كامپوزيت هاي پليمري تأثير مي گذارد[١١]. نگی و همکاران [۱۲] ابتدا با استفاده از مدل هالپین-تسای اصلاح شده مدول الاستیک در نانوکامپوزیت با ماتریس اپوکسی تقویت شده با نانولوله های کربنی تک و چند دیواره پرداختند و سپس با استفاده از روش اجزای محدود توسعه یافته رشد ترک را مورد بررسی قرار دادند و نتیجه گرفتند نانولوله های کربنی تک دیوار در مقایسه با نانولوله های کربنی چند دیواره اثر قابل توجه تری روی طول ترک واماندگی دارد. اسماعیلی[۱۳] انرژی شکست و استحكام كششى پايه اپوكسى تقويت شده با نانولوله هاى كربنى چند دیواره را به روش تجربی بررسی و نتایج را با روش عددی اجزای محدود اعتبار سنجی کردند، نتایج نشان داد انرژی شکست و استحکام کششی با افزودن نانولوله های کربنی چند دیواره به اپوکسی، افزایش می یابد. ترونگ و چوی[۱۴] اثر افزودن نانولوله های کربنی چند دیواره کوتاه در درصد های وزنی ۰/۵، ۱ و ۱/۵ را بر چقرمگی شکست در حالت بازشدگی كامپوزيت پليمرى تقويت شده با الياف كربن را با سه روش تئوری تیر اصلاح شده، روش کالیبراسیون منطبق و روش کالیبراسیون منطبق اصلاح شده و همچنین به روش تجربی مورد مطالعه قرار دادند، که نتایج بدست آمده بیانگر افزایش چقرمگی شکست با افزایش درصد وزنی نانولوله های کربنی و قرابت نتایج بدست آمده از روش های یادشده بود. آن ها همچنین یک مدل تئوری را بر مبنای قانون پل برای تخمین چقرمگی شکست نانوکامپوزیت پلیمری با نانولوله های کربنی ارائه دادند که انطباق خوبی را با نتایج تجربی نشان داد. احمدی و همکاران[۱۵] با استفاده از روش اجزای محدود چند مقیاس به تحلیل کمانش در میله ساخته شده از پلی آمید و هیبرید الیاف کربن و نانولوله

های کربنی به عنوان تقویت کننده پرداختند، نشان داده شد وقتی که پلی آمید با هیبرید الیاف کربن و نانولوله های کربنی تقویت می شود مدول یانگ و مقاومت به کمانش به طور قابل ملاحظه ای افزایش می یابد. چاری توزا و همکاران[۱۶] به ارائه مدلی در مقیاس میکرو به منظور پیشبینی مدول الاستیک موثر نانوله های کربنی در ماتریس پلیمری از جنس پلی اتیلن کم دانسیته خطی پرداختند یافته های این تحقیق نشان داد که مدل تحليلی ارائه شده دارای دقت مناسب جهت پیشبینی مدول الاستیک نانو کامپوزیت های پلیمری است. شین[۱۷] سازوکارهای سفت شوندگی نانوکامپوزیت های پلیمری که با نانولوله ها تقویت شده را از سه منظر جدایش سطحی، تسلیم پلاستیک ناشی از فضای خالی در مقیاس نانو و بیرون زدگی نانولوله کربنی رابه منظور دستیابی به اصول کلی چقرمگی شکست در نانوکامپوزیت های پلیمری با بهره گیری از مدل چندمقیاس مورد بررسی قرار داد، این مطالعه نشان داد تسلیم پلاستیک ناشی از فضای خالی و بیرون زدگی نانولوله کربنی در تقویت چقرمگی شکست نانوکامپوزیت های پلیمری / نانولوله های کربنی بسیار مهم است. شیرودکار، چنگ و سیدل [۱۸] در یک مطالعه تجربی تاثیر نانولوله های کربنی و نانوصفحات گرافن بر رفتار شکست اپوکسی مورد بررسی قرار دادند و نشان دادند انرژی شکست بحرانی و ضریب شدت تنش بحرانی در تمامی نمونه های حاوی نانولوله های کربنی و نانوصفحات گرافن نسبت به نمونه اپوکسی خالص افزایش می یابد و نمونه پلیمری/ نانولوله کربنی با درصد وزنی ۰/۵ درصد بالاترین افزایش در انرژی شکست بحرانی و ضریب شدت تنش بحرانی را نشان داد. شو و همکارن[۱۹] با استفاده از روش تجربی به بررسی تاثیر قطر نانولوله کربنی چند دیواره بر رفتار مکانیکی و سفتی شکست نانوکامپوزیت پایه اپوکسی در درصد های وزنی مختلف پرداختند، آنها نتيجه گرفتند قطر بهينه نانولوله كربنى چند ديواره ۲۵ نانومتر است که در درصد وزنی ۰/۷ بهترین چقرمگی را نشان می دهد. بوهمیک [۲۰] اثر نانولوله های کربنی چند دیواره را بر روی رفتار مکانیکی و رفتار آسیب کامپوزیت پلیمری با ماتریس ايوكسى تقويت شده با الياف كربن با اثر كلوخه شدن نانولوله ها مورد بررسی قرار داد و همچنین با استفاده از مدل آسیب هاشین و روش اجزای محدود توسعه یافته رفتار آسیب را مدل سازی و شبیه سازی کردند آنها نتیجه گرفتند استحکام کششی به علت استحكام بالاتر نانو لوله هاى كربني افزايش مي يابد اما ازدياد طول در هنگام شکست به دلیل ماهیت ترد نانولوله های کربنی کاهش می یابد. وگاس و همکاران [۲۱] با استفاده از روش عددی به بررسی اثر انباشتگی نانولوله های کربنی چند دیواره با درصد پلیمری پرداختند و مشخص شد انباشتگی نانولوله های کربنی چند دیواره تاثیرات منفی بر عملکرد مکانیکی نمونه های حاوی درصد بالای نانولوله های کربنی دارد. سونگ و همکاران[۲۲] خواص الاستیک فاز میانی ما بین نانولوله کربنی و ماتریس

پلیمری اپوکسی را از منظر روش اجزای محدود و دینامیک مولوكولى مورد بررسى قرار دادند و نتيجه گرفتند فاز ميانى بازده انتقال بار از زمینه به نانولوله کربنی را کاهش می دهد. موریا، جاوید و چاکربرتی با بهره گیری از روش اجزای محدود رفتار خمشی صفحات نانوکامپوزیتی تقویت شده با نانولوله کربنی با اثر انباشتگی در توزیع یکنواخت و تابعی مورد مطالعه قرار دادند، نتایج نشان داد نانولولههای کربنی تمایل دارند در کسرهای حجمي بسيار كم تجمع پيدا كنند و عدم در نظر گرفتن اثر تجمع نانولوله های کربنی ممکن است منجر به تخمین بیش از حد خواص الاستیک نانوکامپوزیت تقویتشده با نانولولههای کربنی شود که منجر به پیشبینی غیر دقیق رفتار ساختاری می شود. [۲۳]. در کنار روش هایی مانند روش عددی اجزای محدود، دینامیک مولکولی و روش های تجربی می توان به مدل هايي مانند مدل هالپين-تساي، مدل راس، مدل الياف ناپيوسته، مدل لویس و نیلسون، مدل انیشتن، مدل جی، مدل ویت، مدل گاث و گلد اشاره کرد که برای تخمین خواص نانوکامپوزیت ها به خصوص در محدوده الاستيك قابل استفاده مي باشند [۲۴].

در نگاهی کلی به پیشینههای بیان شده بررسی نانوکامپوزیتهای پلیمری و اثر نانو تقویت کنندهها از منظرهای گوناگون نانومقیاس، میکرو مقیاس، مزو مقیاس و ماکرو مقیاس قابلبررسی بوده و روش تجربی و عددی (عمدتاً اجزای محدود) و نیز دینامیک مولکولی چارچوب پژوهش های انجام شده بوده و روش عددی اجزای محدود در مقیاس های گوناگون جهت پیش بینی در اعتبارسنجی نتایج مورداستفاده بوده است. در مقاله حاضر خواص الاستیک و انرژی شکست و همچنین تمرکز تنش در نانولوله کربنی و نانوکامپوزیت پلیمری با ماتریس ایوکسی و اثر نانولولههای کربنی در درصدهای وزنی متفاوت با استفاده از مدل چند مقیاس و روش اجزای محدود توسعه یافته مورد بررسی قرار گرفته است.

۲- معادلات و روابط ۲-۱- مدل الياف ناپيوسته

بهمنظور تخمین استحکام و انرژی شکست در کامپوزیت تقویت شده با نانولولههای کربنی، میتوان نانولولههای کربنی را با الیاف ناپیوسته که به طور تصادفی در ماتریس توزیع شده است معادل دانست که مطابق این مدل استحکام شکست بهصورت زیر نشاندادهشده است[۲۵].

$$\sigma_{C} = C \sigma_{f} V_{f} \left(1 - \frac{L_{e}}{2L} \right) + \sigma_{m} \left(1 - V_{f} \right) \tag{1}$$

که در اینجا σ_c استحکام کامپوزیت، σ_f و σ_f به ترتیب استحکام L و L به L_p و L_p الیاف و استحکام ماتریس، V_f کسر حجمی الیاف، L_p و L به ترتیب طول مؤثر و طول میانگین الیاف و C ضریب اصلاحی اثر

جهت گیری الیاف است. باتوجهبه رابطه (۱) مدول الاستیک کامپوزیت به صورت زیر نوشته می شود [۲۵]:

$$E_c = CE_f V_f + E_m (1 - V_f) \tag{(Y)}$$

در رابطه بالا E_{m} ، E_{c} و E_{f} به ترتیب مدول الاستیک کامپوزیت، ماتریس و الیاف هستند. همچنین انرژی شکست با استفاده از این مدل به شکل زیر ارائه شده است [۲۶]:

$$G = \frac{V_f}{A_f} \int_0^{L_f/2} \left[\int_{\varphi} G_s (L_f d_f \varphi) U(g) \rho(\varphi) \, d\varphi \right]$$

$$\rho(z) dz \qquad (7)$$

$$\rho(z) = \frac{2}{L_f} \cdot \rho(\varphi) = \sin \varphi$$

در اینجا A_f سطح مقطع الیاف، L_f طول الیاف، φ زاویه الیاف نسبت به راستای نیروی کشش، $\rho(\varphi)$ و $\rho(z)$ توابع چگالی احتمال هستند و z فاصله مرکز الیاف نسبت به ترک است و مقادیر زیر را اختیار میکنند (شکل ۱) [۲۶]:

$$0 \le \varphi \le \frac{\pi}{2}$$

$$0 \le z \le \frac{L_f}{2}$$
(*)



انرژی جذب شده توسط الیاف از رابطه زیر قابلمحاسبه شده است [۲۶]:

$$G_{s} = \frac{\pi}{2} d_{f} \tau l^{2} e^{f \varphi} \tag{(a)}$$

که در اینجا au استحکام چسبندگی مابین الیاف و ماتریس است و U(g) و U(g)

$$U(g)\begin{cases} 1 & g > 0\\ 0 & g \le 0 \end{cases}$$
(?)

و l طول جاسازی یا نفوذ نانولوله در ناحیه ترک است:

$$l = {\binom{L_f}{2}} - {\binom{z}{\cos\varphi}} \tag{(Y)}$$

و همچنین مقدار g از رابطه زیر به دست میآید[۲۶]:

$$g = z - \left(\frac{L_f}{2} - L_c e^{f\varphi}\right) \tag{A}$$

در رابطه بالا L_c طول بحرانی الیاف است و از رابطه زیر به دست میآید[۲۶]:

$$L_c = \frac{d_f \sigma_f}{4\tau} \tag{9}$$

در رابطه بالا d_f قطر الياف ناپيوسته را مي دهد.

۲-۲- مدل هالپین-تسای

مدل هالپین- تسای یک مدل شبه تجربی است که بهمنظور تخمین مدول الاستیک کامپوزیت های تقویت شده با الیاف در جهت های طولی و عرضی توسعه داده شدهاست و برای نانوکامپوزیتهای پلیمری به خصوص با تقویت نانولولههای کربنی قابل استفاده است [۲۷]، [۲۴]. معادله هالپین – تسای برای تخمین مدول الاستیک به صورت زیر نوشته می شود [۲۷]:

$$E_C = E_m \left[\frac{1 + \zeta \eta \phi_f}{1 - \eta \phi_f} \right] \tag{1.}$$

که در اینجا E_c مدول الاستیک کامپوزیت، E_m مدول الاستیک ماتریس، ϕ_f کسر حجمی تقویتکننده و η نیز به صورت زیر ارائه شده است[۲۷]:

$$\eta = \frac{\frac{E_f}{E_m} - 1}{\frac{E_f}{E_f} + \zeta} \tag{11}$$

و همچنین پارامتر ζ که به هندسه تقویت کنندهها وابسته است عبارت است از [۲۷]:

$$\zeta = \frac{2L}{D}$$

که در اینجا D و L به ترتیب قطر و طول تقویت کننده است و رای مقدار $\zeta = \zeta$ نتایج قابل قبولی گزارش شده است [۲۷].

۳– نتایج عددی

(17)

بهمنظور تخمین خواص مکانیکی و شکست نانوکامپوزیتهای پلیمری با زمینه اپوکسی از مدل الیاف گسسته استفاده شده است. این مدل به همراه نحوه توزیع تصادفی نانولولهها در ماتریس با استفاده از برنامهنویسی با نرمافزار پایتون نسخه ۲,۷,۳ [۲۸] و در نرمافزار اجزای محدود آباکوس [۲۹] نسخه ۲۰۱۶ اجرا شدهاست. در این پژوهش شبیهسازی در مقیاسهای نانو و مزو انجام گرفته است. در مقیاس نانو، نانولوله کربنی با ساختار شش ضلعی منتظم که طول هر ضلع ۰/۱۴ نانومتر است حول محور گذرنده از مرکز نانولوله کربنی (شکل۲) طراحی شده است. همچنین ماتریس اپوکسی بهصورت یک استوانه با قطر درونی و بیرونی به ترتیب ۲ و ۳ نانومتر و طول ۲۰ نانومتر (شکل ۳) برای محیط کردن نانولوله مدل شدهاست پس از تعریف خواص نانولوله های کربنی و ماتریس اپوکسی(جدول۱) هر قسمت بهطور جداگانه، نانولوله با استفاده از قید جاسازی ۱ بر همکنش میان ماتریس و نانولوله، درون ماتریس قرار داده شده است بهطوری که مماس به سطح درونی ماتریس باشد و سختی بالای نانولوله در المان های مشترک با ماتریس اعمال شده است.

سطح پشتی در تمامی جهات مقید شده است و برای اعمال بارکششی به سطح جلویی استوانه، یک نقطه مرجع در آباکوس تعریف شد و این نقطه با سطح جلویی استوانه جفت شد و سپس در نقطه مدنظر جابهجایی ۰/۱ نانومتری در راستا محوری لحاظ شد و در جهت های دیگر مقید شده است (شکل ۳).

اپوكسى	ماتريس	ها و	نانولوله	خواص	جدول ۱
--------	--------	------	----------	------	--------

نانو لوله کربنی[۳۱]	اپوکسی[۳۰]	خواص ماده	
۷۰۰کیلوگرم بر متر	۱۲۰۰ کیلوگرم بر	حگال	
مكعب	متر مكعب	پ ^ر کی	
۱۰۰۰گیگاپاسکال	۲/۸ گیگاپاسکال	مدول يانگ	
-	۰ /٣	نسبت پواسن	
۱۰۰۰مگاپاسکال	۳۵ مگاپاسکال	استحكام نهايي	
-	7. 1	کشیدگی در نقطه شکست	



شکل۲ مقادیر تنش فون میسز در نانولوله های کربنی

در آخر برای مشبندی کامل نمونه باتوجه به هندسه استوانهای نمونه از الگوی جاروبی استفاده شده است و از المان ششوجهی هشت گرهای با انتگرالگیری کاهشیافته برای ماتریس و المان خرپا دوگرهای برای نانولوله کربنی استفاده شده است (شکل ۴).

در شکل(۵) موقعیت ترک داخل المان حجمی نماینده نشانداده شده است و در ادامه توزیع تنش در ماتریس و نانوکامپوزیت در مقیاس نانو بررسی شده است (شکل ۶، ۷)، مشاهده می شود تنش به میزان قابل توجهی در نانوکامپوزیت نسبت به حالت ماتریس تغییر می کند. برای دستیابی به دقت و صحت نتایج به دست آمده از روش اجزای محدود، تعداد المان ها را تا زمانی که پاسخ به مقدار معینی همگرا شود و پس از آن افزایش تعداد المان ها نتایج به دست آمده را تغییر ندهد ادامه پیدا کرده است. بدین منظور دو نقطه متمایز در نانولوله کربنی و ماتریس انتخاب شده است.



نشريه مهندسي مكانيك



شکل۷ مقادیر تنش فون میسز در نانوکامپوزیت پلیمری



شکل۸ مقادیر تغییر تنش فون میسز در نانولوله و ماتریس با تغییر تعداد المانها

همچنین با استفاده از نتایج بهدستآمده از شبیهسازی در مقیاس نانو که در (شکل ۹) نشان داده شدهاست، مدول الاستیک و استحکام کششی ماتریس اپوکسی به ترتیب ۵۸/۹۳ درصد و ۲۰/۷۲ درصد افزایش پیداکرده است.









شکل۵ رشد ترک در نانوکامپوزیت پلیمری در مقیاس نانو



مشاهده شد مقادیر تنش فون میسز در آن نقاط با افزایش تعداد المان ها تا ۴۷۷۷ عدد برای نانولوله کربنی و ۴۶۶۲ عدد برای ماتریس تغییر مییابد و پس از آن نتایج نسبت از تعداد المانها مستقل شده و افزایش تعداد المانها تغییری در نتایج ایجاد نمی کنند (شکل ۸).

در ادامه برای شبیه سازی در مقیاس مزو یک مکعب با ابعاد 100 × 100 × 100 نانومتر به عنوان حجم نماینده تعریف شده است و نانولوله کربنی با قطر و طول متوسط به ترتیب ۲ نانومتر و ۲۰ نانومتر در نظر گرفته شده است، همچنین مشبندی در مقیاس مزو نیز با استفاده از المان شش وجهی با ۸ گره برای ماتریس و المان خرپا برای نانولوله انجام گرفته است، و باتوجه به اینکه حجم نماینده برای محاسبه خواص الاستیک امان گراری باید به گونه ای باشد که در جهتهای مختلف به دیگر المان های حجم نماینده متصل شود و باید جابه جایی گره ها را المان های حجم نماینده متصل شود و باید جابه جایی گره ها را تر صفحات متوازی در هنگام اعمال بار دارای مقدار جابه جایی ثابت باشند؛ بنابراین برای ایجاد برهمکنش بین نقاط متناظر از قید معادله استفاده شده است. باتوجه به تعداد بالای گره ها در قید معادله استفاده شده است. باتوجه به تعداد بالای گره ها در برنامه نویسی پایتون در نرم افزار آباکوس انجام شده است.



شکل ۱۰ شرایط مرزی متناوب به حجم نماینده

در ادامه کانتورهای تنش فون میسز در مقیاس مزو برای درصد های حجمی ۲/۰۵ (۲ درصد برای نانولولههای کربنی و ماتریس در المان حجم نماینده نشاندادهشده است (شکل ۱۱ ،۱۲، ۱۳). در شکل(۱۱) مشاهده میشود بیشترین تنش به نانو لوله های کربنی وارد می شود که نشان می دهد باربیشتر بر سطح نانولولههای کربنی نسبت به ماتریس اعمال شده است، و درمیان نانولوله ها کربنی، بار بیشینه به نانولوله کربنی اعمال می شود که کمترین زاویه را نسبت به راستای بارکششی دارد و تنش با افزایش زاویه جهت گیری نانولوله کربنی نسبت به راستای بار کششی کاهش می یابد. با افزایش تعداد نانولوله های کربنی به درصد حجمی ۲۰۷۵ تنش اعمال شده بر

نانولوله های کربنی کاهش می یابد و متعاقبا کاهش بار بر تمامی حجم نماینده نانوکامپوزیت مشاهده میشود (شکل ۱۲).











شکل ۱۲ تنش فون میسز در ۷۵/۰ درصد حجمی نانولوله ها و حجم نماینده





شکل ۱۳ تنش فون میسز در ۱ درصد حجمی نانولوله ها و حجم نماینده



شکل ۱۴ مقادیر مدول الاستیک و برشی در درصد های حجمی مختلف نانولوله ها

در آخر باتوجهبه افزایش حجم نانولولههای کربنی به ۱ درصد مشاهده می شود تعداد نانولولههای کربنی که کمترین بار بر آنها اعمال می شود افزایش می یابند که حاکی از افزایش استحکام کششی حجم نماینده است (شکل ۱۳).

باتوجهبه توزیع تصادفی نانولوله های کربنی در ماتریس، نانوکامپوزیت را می توان همسانگرد فرض کرد و مقادیر مدول الاستیک و مدول برشی را از نتایج بهدستآمده استخراج کرد، نتایج در شکل (۱۴) نشاندادهشده است می توان مشاهده کرد مقادیر مدول الاستیک و مدول برشی با افزایش درصد حجمی نانولوله های کربنی افزایش می یابد.

در تحقیقات گستردهای با روش های مختلف تجربی و عددی و از منظرهای گوناگون اثر نانولوله های کربنی بر خواص مکانیکی نانوکامپوزیت های پلیمری با درصد های وزنی مختلف مورد مطالعه و بررسی قرار گرفته است.

جدول ۲ تاثیر نانولوله های کربنی بر مدول الاستیک نانوکامپوزیت یایه ایوکسی

درصد تفاوت با نتایج تجربی	نتايج پژوهش حاضر	هالپین – تسای [۳۲]	نتایج تجربی کوان و همکاران [۳۲]	درصد حجمی نانولوله
1Y/YY	۲/۸۱۲	۲/۸۴۲	37/42	•/۵
-	۲/۸۳۵	2/252	-	٠/٧۵
۱۵/۱۹	۲/۸۵۸	۲/۸۸۴	٣/٣٧	١

با توجه به درصدهای حجمی موردنظر در این پژوهش بهمنظور صحهسنجی نتایج عددی بهدستآمده از روش اجزای محدود نتایج بهدستآمده برای مدول الاستیک نانوکامپوزیت پلیمری در درصد های وزنی مختلف با نتایج تجربی مقاله کوان [۳۲] و نیز مدل هالپین –تسای[۳۲] مقایسه شده است که نشاندهنده همخوانی قابلقبول میان نتایج است (جدول ۲).

در ادامه (شکل ۱۵) نتایج بدست آمده برای انرژی شکست در این پژوهش با نتایج تجربی مراجع[۳۲] و [۱۲] مورد مقایسه قرار گرفته است.



شکل ۱۵ اثر نانولوله های کربنی بر انرژی شکست

۴- بحث و نتیجهگیری

نانولولههای کربنی با توزیع تصادفی و همچنین با مقادیر بالای سختی و استحکام به نسبت ماتریس پلیمری و همچنین استحکام ناشی از چسبندگی به هنگام اعمال بار خارجی، سختی و استحکام ماتریس را افزایش میدهند و منجر به بهبود خواص مکانیکی و شکست ماتریس میشوند، همچنین مقادیر استحکام کششی و انرژی شکست برای درصد های وزنی مختلف(شکل۱۶) با استفاده از روش الیاف ناپیوسته با کدنویسی پایتون در نرم افزار اجزای محدود آباکوس باتوجهبه نتایج به دست آمده می توان بیان کرد:

- مدل الیاف ناپیوسته با درصدهای خطای زیر ۲۰ درصد نسبت به نتایج تجربی دقت قابلقبولی برای تخمین مدول الاستیک نانوکامپوزیت پلیمری دارد.
- با استفاده از مدل الیاف ناپیوسته با درنظر گرفتن قطر، طول
 و فاصله مرکز نانولوله از ترک و جهت گیری آنها انرژی
 شکست برای درصدهای حجمی ۰/۵، ۰/۵ و ۱ درصد به
 ترتیب ۱۳۶، ۱۶۱ و ۲۰۸ ژول بر مترمربع است که بیشترین
 مقدار مربوط به نمونه ۱ درصد است.

 با افزودن نانولولههای کربنی در درصدهای حجمی ۰/۵ درصد، ۰/۷۵ درصد و ۱ درصد مقادیر استحکام کششی به ترتیب ۵۰/۵۴، ۵۱/۳۶ و ۵۲/۲۴ مگاپاسکال است که نشاندهنده افزایش استحکام کششی با افزایش درصد حجمی نانولوله های کربنی است.



۵- مراجع

- [1] S. Fu, Z. Sun, P. Huang, Y. Li, and N. Hu, "Some basic aspects of polymer nanocomposites: A critical review," *Nano Materials Science*, vol. 1, no. 1, pp. 2-30, 2019. DOI: https://doi.org/10.1016/j.nanoms.2019.02.006.
- [2] Z. U. Haq Khan *et al.*, "Brief review: Applications of nanocomposite in electrochemical sensor and drugs delivery," *Frontiers in Chemistry*, vol. 11, p. 1152217, 2023. DOI: 10.3389/fchem.2023.1152217.
- [3] D. Venkatesan, J. Aravind Kumar, and R. Mohana Prakash, "Synthesis, Properties, and Applications of Polymer Nanocomposite Matrices," *Handbook of Polymer and Ceramic Nanotechnology*, pp. 465-485, 2021. DOI: <u>https://doi.org/10.1007/978-3-030-10614-0_65-1.</u>
- [4] M. S. Darwish, M. H. Mostafa, and L. M. Al-Harbi, "Polymeric nanocomposites for environmental and industrial applications," *International Journal of Molecular Sciences*, vol. 23, no. 3, p. 1023, 2022. DOI: <u>https://doi.org/10.3390/ijms23031023</u>.
- [5] M. A. Maghsoudlou, R. B. Isfahani, S. Saber-Samandari, and M. Sadighi, "Effect of interphase, curvature and agglomeration of SWCNTs on mechanical properties of polymer-based nanocomposites: Experimental and numerical investigations," *Composites Part B: Engineering*,

- [14] G. T. Truong and K.-K. Choi, "Effect of short multi-walled carbon nanotubes on the mode I fracture toughness of woven carbon fiber reinforced polymer composites," Construction and Building Materials, vol. 259, p. 119696, 2020. DOI: https://doi.org/10.1016/j.conbuildmat.2020.119696.
- [15] M. Ahmadi, R. Ansari, and H. Rouhi, "Studying buckling of composite rods made of hybrid carbon fiber/carbon nanotube reinforced polyimide using multiscale FEM," Scientia Iranica, vol. 0, no. 0, pp. 0-0, 2018. DOI: 10.24200/sci.2018.5722.1444.
- [16] I. Charitos, A. Drougkas, and E. Kontou, "Prediction of the elastic modulus of LLDPE/CNT nanocomposites by analytical modeling and finite element analysis," Materials Today Communications, 24, р. 101070, 2020. DOI: vol. https://doi.org/10.1016/j.mtcomm.2020.101070.
- [17] H. Shin, "Multiscale model to predict fracture toughness of CNT/epoxy nanocomposites," Composite Structures, vol. 272, p. 114236, 2021. DOI:10.1016/j.mtcomm.2020.101070.
- [18] N. Shirodkar, S. Cheng, and G. D. Seidel, "Enhancement of Mode I fracture toughness properties of epoxy reinforced with graphene nanoplatelets and carbon nanotubes." Composites Part B: Engineering, vol. 224, p. 109177, 2021. DOI: https://doi.org/10.1016/j.compositesb.2021.109177.
- [19] T. Xu, Z. Qi, Y. Tan, J. Tian, and X. Li, "Effect of multiwalled carbon nanotube diameter on mechanical behavior and fracture toughness of epoxy nanocomposites," Materials Research Express, vol. 8, no. 1, p. 015014, 2021. DOI: 10.1088/2053-1591/abd864.
- [20] K. Bhowmik et al., "Influence of multiwalled carbon nanotube on progressive damage of epoxy/carbon fiber reinforced structural composite," Polymer Composites, vol. 43, no. 11, pp. 7751-7772, 2022. DOI: 10.1002/pc.26877.
- [21] S. Tamayo-Vegas, A. Muhsan, C. Liu, M. Tarfaoui, and K. Lafdi, "The effect of agglomeration on the electrical and mechanical properties of polymer matrix nanocomposites reinforced with carbon nanotubes," Polymers, vol. 14, no. 9, p. 1842, 2022 DOI https://doi.org/10.3390/polym14091842.
- [22] Z. Song, Y. Li, A. Carpinteri, S. Wang, and B. Yang, "Interphase elastic properties of carbon nanotube-epoxy composites and their application in multiscale analysis," Materials & Design, vol. 221, p. 110996, DOI: 2022. https://doi.org/10.1016/j.matdes.2022.110996.

175, p. 107119, 2019. DOI vol. https://doi.org/10.1016/j.compositesb.2019.107119.

- [6]p. Mohsenzadeh mobarakeh, H. Golestanian, and Y. tadi beni, "Investigating the effects of length, diameter and chirality on the mechanical properties of defective carbon nanotubes," Iranian Journal of Mechanical Engineering Transactions of ISME, vol. 188-217. 21, no. 1, pp. 2019. DOI: 10.30506/IJMEP.2021.526938.1774.
- [7] M. Dastmard, R. Ansari, and S. Rouhi, "Prediction of axial Young's modulus of epoxy matrix reinforced by group-IV nanotube: A finite element investigation," Mechanics of Materials, vol. 157, p. 103819, 2021. DOI: https://doi.org/10.1016/j.mechmat.2021.103819.
- [8] R. Yazdanparast and R. Rafiee, "Investigating the influence of pull-out speed on the interfacial properties and the pull-out behavior of CNT/polymer nanocomposites," Composite Structures, vol. 316, p. 117049, 2023. DOI: https://doi.org/10.1016/j.compstruct.2023.117049.
- [9] M. J. S. Zuberi and V. Esat, "Investigating the mechanical properties of single walled carbon nanotube reinforced epoxy composite through finite modelling," element Composites Part B: Engineering, vol. 71, pp. 1-9, 2015. DOI: https://doi.org/10.1016/j.compositesb.2014.11.020.
- [10] A. Alian, S. Kundalwal, and S. Meguid, "Multiscale modeling of carbon nanotube epoxy composites," Polymer, vol. 70, pp. 149-160, 2015. DOI: https://doi.org/10.1016/j.compstruct.2015.06.014.
- [11] G. Arora and H. Pathak, "Modeling of transversely isotropic properties of CNT-polymer composites using meso-scale FEM approach," Composites Part B: Engineering, vol. 166, pp. 588-597, 2019. DOI: https://doi.org/10.1016/j.compositesb.2019.02.061.
- [12] A. Negi, G. Bhardwaj, J. Saini, and N. Grover, "Crack growth analysis of carbon nanotube reinforced polymer nanocomposite using extended finite element method," Proceedings of the Institution of Mechanical Engineers, Part C: Journal of Mechanical Engineering Science, vol. 233, no. 5, pp. 1750-1770, 2019. DOI: https://doi.org/10.1177/0954406218776034.
- [13] A. Esmaeili et al., "An experimental and numerical investigation of highly strong and tough epoxy based nanocomposite by addition of MWCNTs: Tensile and mode I fracture tests," Composite Structures, vol. 252, p. 112692, 2020. DOI:

https://doi.org/10.1016/j.compstruct.2020.112692.

- [29] ""Abaqus Analysis User's Manual, Version 2016"," 2016 ed, 2016.
- [30] H. Van Quy and S. T. T. Nguyen, "Experimental analysis of coir fiber sheet reinforced epoxy resin composite," in *IOP Conference Series: Materials Science and Engineering*, 2019, vol. 642, no. 1, p. 012007: IOP Publishing.
- [31] S. Abdalla, F. Al-Marzouki, A. A. Al-Ghamdi, and A. Abdel-Daiem, "Different technical applications of carbon nanotubes," *Nanoscale research letters*, vol. 10, pp. 1-10, 2015. DOI: <u>https://doi.org/10.1186/s11671-015-1056-3.</u>
- [32] D. Quan, J. L. Urdániz, and A. Ivanković, "Enhancing mode-I and mode-II fracture toughness of epoxy and carbon fibre reinforced epoxy composites using multi-walled carbon nanotubes," *Materials & Design*, vol. 143, pp. 81-92, 2018. DOI: https://doi.org/10.1016/j.matdes.2018.01.051.

- [23] M. C. Maurya, S. Jawaid, and A. Chakrabarti, "Flexural Behaviour of Nanocomposite Plate with CNT Distribution and Agglomeration Effect," *Mechanics Of Advanced Composite Structures*, vol. 10, no. 1, pp. 123-136, 2023. DOI: 10.22075/MACS.2022.28078.1426.
- [24] R. H. Alasfar, S. Ahzi, N. Barth, V. Kochkodan, M. Khraisheh, and M. Koç, "A review on the modeling of the elastic modulus and yield stress of polymers and polymer nanocomposites: effect of temperature, loading rate and porosity," *Polymers*, vol. 14, no. 3, p. 360, 2022. DOI: 10.3390/polym14030360.
- [25] P. Curtis, M. Bader, and J. Bailey, "The stiffness and strength of a polyamide thermoplastic reinforced with glass and carbon fibres," *Journal of Materials Science*, vol. 13, pp. 377-390, 1978. DOI: 10.1016/j.mtcomm.2020.101070.
- [26] M. Maalej, V. C. Li, and T. Hashida, "Effect of fiber rupture on tensile properties of short fiber composites," *Journal of engineering mechanics*, vol. 121, no. 8, pp. 903-913, 1995. DOI: <u>https://doi.org/10.1061/(ASCE)0733-9399(1995)121:8(903)</u>.
- [27] S. Kareem, L. S. Al-Ansari, and L. A. Gömze, "Modeling of Modulus of elasticity of Nano-Composite Materials: Review and Evaluation," in *Journal of Physics: Conference Series*, 2022, vol. 2315, no. 1, p. 012038: IOP Publishing.
- [28] ""Python 2.7.3. Pyton Software Foundation"," ed, 2012.