دو فصلنامه علمی پژوهشی

مهندسی ساخت و تولید ایران www.smeir.org

بررسی تجربی و مدلسازی عددی فرایند تراکم دینامیکی پودر آهن خالص و مخلوط پودر آهن با ذرات سرامیک

نصير نمازى¹، مجيد علىطاولى^{2*}، ابوالفضل درويزه³، هاشم بابايى⁴، فريد عبدلى كمالى⁵، رضا رجبيه فرد¹

1- دانشجوی دکتری، مهندسی مکانیک، دانشگاه گیلان، رشت

2- دانشیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه گیلان، رشت

3- استاد، مهندسی مکانیک، دانشگاه آزاد بندر انزلی

4- استادیار، مهندسی مکانیک، دانشگاه گیلان، رشت

5- دانشجوی کارشناسی ارشد، مهندسی مکانیک، مؤسسه آموزش عالی احرار رشت

* رشت، صندوق پستی tavoli@ahrar.ac.ir ،3756-41635

چکیدہ	كليدواژگان
مقاله حاضر به بررسی تجربی و مدلسازی عددی اثر بارگذاری دینامیکی بر چگالی، استحکام و ریزساختار قطعات خالص و مرکب	تراكم ديناميكي پودر
تولیدشده از پودر آهن میپردازد. آزمونهای تجربی بر روی پودرها توسط سامانه چکش پرتابهای انجام شده است. بهمنظور ارزیابی	پودر آهن
استحکام قطعات تولیدی، از آزمون فشار قطری استفاده شده است. همچنین بهمنظور بررسی اثر بارگذاری ضربهای بر ریزساختار	چکش پرتابهای با گذارم خیرهام
قطعات متراکم شده، تصاویر متعددی از ریزساختار نمونهها با استفاده از دستگاه میکروسکوپ الکترونی تهیه شده است. نتایج -	بار طاری طربیای الگوریتی ژنتیک
بهدستآمده نشان میدهد که با افزایش فشار تراکم، چگالی و استحکام قطعات خالص در سه محدوده فشارهای پایین، متوسط و	- 5155
بالا با نرخهای متفاوت، افزایش مییابد. همچنین نتایج حاصل از تراکم پودر مرکب اهن و سرامیک با درصدهای وزنی متفاوت نشان	
میدهد که افزودن بیش از 5 درصد وزنی پودر سرامیک، چکالی قطعات مرکب حاصل را بهشدت گاهش میدهد. بررسی تصاویر	
حاصل از ریزساحتار فطعات، نشان میدهد در روش ترا دم دینامیدی، عبور امواج تنش فشاری از میان ستون پودر، باعث تغییر شکل اد سکی آبیا ما ماد اسال است است از ماد نوبتنا شرک کیا که می کانک ماد ما ماد گر که از سر می می ادر ما ما	
پلاستیک آنها و ایجاد انصال بین درمای از نوع فقل شدگی مکانیگی در یک ساختار کاملا یکنواخت می کردد. علاوه بر این، ب استادیان شیت المال ادر الگیت هنت که که ایل از جریت شین مگال قبل از این از می مگال قبل از شال بیار شدن الگی کرد.	
استفاده از روس تحلیل ابعادی و الدوریدم زندیک، یک رابطه ریاضی جهت پیش بینی چکالی قطعات خالص تولیدسده ارائه کردیده است بد این مثر بینان تشکیل اعداد بدت بعد بین دام مشر تحال ایجاد میان اعداد به منطق خالص تولید سده ارائه کردیده	
مورد استفاده قبل می گردند. مقارسه مقادر در شدن شده توسط این رابطه را مقادر تحد باشان میدهد که زنار حاصا از از	
مورد استنابا فرار المي بيرنا، مدينة معادير پيسابيني منه توسط بين اربط به مداري منها مي منه مي منه و مدين از بين مدل، از انطباق بسيار مناسبي با نتايج تجربي برخوردار هستند.	

Experimental investigation and numerical modelling of dynamic compaction process of pure iron powder with ceramic particles

Nasir Namazi¹, Majid Alitavoli^{1*}, Abolfazl Darvizeh², Hashem Babaei¹, Farid Abdoli Kamali³, Reza Rajabiehfard¹

1- Department of Mechanical Engineering, Guilan University, Rasht, Iran

2- Department of Mechanical Engineering, Islamic Azad University - Bandar Anzali Branch, Bandar Anzali, Iran

3- Department of Mechanical Engineering, Ahrar Institute of Technology and Higher Education, Rasht, Iran

* P.O.B. 3756-41635 Rasht, Iran, tavoli@ahrar.ac.ir

Keywolus	Abstract
Dynamic Powder Compaction Iron Powder Drop Hammer Impact Loading Genetic Algorithm	Experimental investigation and numerical modelling of dynamic loading effect on the density, strength and microstructure of the pure and composite parts fabricated from iron powder has been studied in the present paper. Experimental tests have been performed using drop hammer apparatus. Diametral compression test has been used to evaluate the strength of fabricated parts. Also, numerous micrographs have been provided using scanning electron microscopy to investigate the influence of impact loading on the microstructure of compacts. The obtained results show that with increasing compaction energy, density and strength of pure parts increase in three ranges of low, medium and high pressures with different rates. Also, the obtained results by compaction of iron powder with different ceramic powder contents under equal pressure reveal that adding more than 5 percent of ceramic content, sharply decreases the density of composite parts. Examination of graphs taken from the microstructure of compacts reveals that propagation of compressive stress waves through the powder column, causes plastic deformation of particles and forms mechanical inter-locking on a completely uniform structure. Furthermore, a mathematical expression has been presented using dimensional analysis along with genetic algorithm method to predict the values of density of produced pure parts. In this method, after constructing dimensionless numbers based on dimensional analysis approach, these numbers have been used as the inputs of genetic algorithm modelling method. Comparison of the values predicted by this equation with those obtained by experimental values, shows that the results obtained by this model, agree with experimental results surprisingly.

Please cite this article using:

N. Namazi, M. Alitavoli, A. Darvizeh, H. Babaei, F. Abdoli Kamali, R. Rajabiehfard, Experimental investigation and numerical modelling of dynamic compaction process of pure iron powder with ceramic particles, *Iranian Journal of Manufacturing Engineering*, Vol. 3, No. 3, pp. 20-28, 2016 (in Persian)



1– مقدمه

متالوژی پودر یکی از متداول ترین روشهای تولید قطعات صنعتی بهویژه قطعاتی با اشکال پیچیده هندسی و یا تخلخل بالا محسوب می شود. ویژگیهای ممتاز این روش همچون میزان بهره گیری بالا از مواد اولیه، قابلیت اتوماسیون سازی و سرعت بالا در تولید قطعات با تعداد زیاد، قابلیت کنترل خواص فیزیکی همچون تخلخل در قطعات تولیدی، قابلیت تولید قطعات مرکب و در نهایت نیاز به ماشین آلات با هزینه پایین و ایمنی بالای روش، باعث گسترش روزافزون کاربرد آن در حوزههای مختلف از جمله صنایع اتومبیل سازی، الکترونیک و هوا-فضا گردیده است.

روش متالوژی پودر شامل قرار دادن ذرات پودر درون یک قالب و تراکم آن به روشهای مختلف همچون پرس یکطرفه، دوطرفه و یا پرس هیدرو استاتیک گرم و سرد است. قطعات حاصل از تراکم پس از خروج از قالب ازآنجاکه دارای استحکام مکانیکی ضعیفی بوده و جهت کاربردهای صنعتی مناسب نیستند، وارد کوره شده و تا 70 الی 80 درصد دمای ذوب فلز پایه، حرارت داده میشوند. در اثر حرارتدهی به قطعات در کوره، پیوندهای ضعیف مکانیکی بین ذرات پودر، به پیوندهای مستحکم فلزی تبدیل شده و خواص فیزیکی همچون چگالی و خواص مكانيكي همچون استحكام، افزايش فراواني مييابند. روش متالوژی پودر باوجود ویژگیهای برجستهای که بدان اشاره گردید، دارای محدودیتهایی نیز میباشد. بهعنوان مثال پودرهای فلزى همچون تنگستن و تيتانيوم داراى دماى ذوب بسيار بالايي هستند که فراهم نمودن آن مستلزم صرف زمان، هزینه و انرژی زیاد در مرحله حرارتدهی به قطعه است. از سوی دیگر در تولید کامپوزیتهای پایه فلزی به روش متالوژی پودر، معمولاً از پودرهای سرامیکی بهعنوان فاز تقویتکننده استفاده میشود. ازآنجاکه مواد سرامیکی دارای سختی زیادی هستند، متراکم نمودن آنها نیازمند تأمین فشارهای بالا در مرحله تراکم و با استفاده از دستگاههای پرس سنگین است. وجود چنین محدودیتهایی در کنار پتانسیل بالای این روش سبب شده تا در سالهای اخیر، معرفی و ابداع روشهای مکمل متالوژی پودر به یکی از حوزههای مطالعاتی پرطرفدار در میان محققان تبدیل شود.

تراکم دینامیکی، یکی از این دسته از روشها محسوب می-شود که در سالهای اخیر موردتوجه حوزههای تحقیقات صنعتی و دانشگاهی قرار گرفته است. ایده تراکم دینامیکی پودر، نخستین بار در سال 1968 میلادی توسط هیجمیر مطرح گردید [1]. این تکنیک مبتنی بر استفاده از انرژی حاصل از انفجار ماده

مهندسی ساخت و تولید ایران، پاییز و زمستان 1395، دوره 3 شماره 3

منفجره و یا انرژی سیال تحتفشار، برای شتاب دادن به یک پرتابه و برخورد سريع آن با ذرات پودر است كه منجر به تراكم پودر می گردد. امروزه مشخص شده است که استفاده از روش تراکم دینامیکی پودر در مقایسه با روشهای متداول تراکم استاتیکی، منجر به تولید قطعاتی با توزیع چگالی یکنواختتر، چگالی نسبی بالاتر و مقاومت بیشتر می شود [2]. مزیت دیگر روش تراکم دینامیکی پودر در این است که با توجه به نرخ بالای بارگذاری در این روش، حرارت ایجادشده در حین فرایند تراکم باعث اتصال بین ذرات پودر شده و این امر موجب حذف عملیات حرارت دهی در کوره میشود و راندمان تولید را افزایش میدهد [3]. كاسيراج در سال 1984 تراكم ديناميكي پودرهاي فولادي بهوسیله امواج شوک حاصل از برخورد یک پرتابه را موردبررسی قرارداد و به این نتیجه رسید که فشار تراکم به شدت بر مقاومت تسلیم کششی قطعات حاصل تأثیرگذار است، درحالیکه تأثیر چندانی بر سختی ندارد [4]. در سال 1988 درویزه و الحسنی روش تراکم دینامیکی پودر با استفاده از تخلیه الکتریکی را مورد بررسی قرار داده و از این روش برای تولید مواد کامپوزیتی استفاده كردند [5]. در این روش ستون پودر درون قالب، تحت اثر تخلیه انرژی الکتریکی قرارگرفته و متراکم می گردد. در سال 1997 شیک و میلیگان تراکم دینامیکی نانو پودرهای فلزی را با استفاده از روش آهنگری، موردمطالعه قراردادند [6]. آنها در این مطالعه، اثر نرخ کرنش و دما را در به وجود آمدن عیوب و نابجایی بین ذرات و همچنین کیفیت سطح قطعات تولیدشده به این روش، موردمطالعه قراردادند. تراکم دینامیکی پودرهای فلزی به روشهای متنوع و با استفاده از دستگاههای مختلف مورد مطالعه قرار گرفته است. تراکم دینامیکی تحت بار ضربهای معمولاً توسط سامانه چکش پرتابهای [7-9] و یا دستگاه ضربه -زننده هيدروليكي [10-12] انجام مي شود.

با توجه به کاربرد گسترده قطعات از جنس آهن در صنایع مختلف، جنبههای گوناگون تراکم پودرهای پایه آهن همچون اثر اندازه و شکل ذرات پودر بر خواص مکانیکی [13]، اثر فرایند حرارتدهی بر ریزساختار قطعات [14] و اثر افزودن ذرات اتصالدهنده بر خواص فیزیکی [15]، تاکنون مورد مطالعه قرار گرفته است. نکته قابلتوجه این است که بیشتر این تحقیقات محدود به روشهای متالوژی پودر رایج است که بهصورت شبه استاتیکی انجام شده و با عملیات حرارتدهی در کوره تکمیل می گردد و فرایند تراکم دینامیکی پودرهای پایه آهن کمتر مورد مطالعه قرار گرفته است. در معدود مطالعات انجام شده در این زمینه، وانگ و همکاران، تراکم دینامیکی پودر آهن خالص را با

استفاده از دستگاه ضربه زننده هیدرولیکی مورد مطالعه قرار دادند. نتایج حاصل از این تحقیق نشان میدهد که امواج شوک ایجادشده در حین تراکم، از نظر ساختار کلی مشابه هستند و تفاوت آنها در مدت زمان عبور موج از درون ذرات پودر است [16].

در سالهای اخیر، ایده استفاده از مدلسازی عددی به عنوان یک روش مؤثر در پیش بینی خواص فیزیکی قطعات حاصل از فرایندهای شکل دهی با نرخ بارگذاری بالا توسط برخی از محققان بکار رفته است. در سال 2002 نریمان زاده و همکاران با مدلسازی عددی نتایج به دست آمده از تراکم انفجاری پودرهای فلزی به روش شبکههای عصبی، تأثیر پارامترهای مختلف را بر روی چگالی نسبی و انرژی حاصل از تراکم بررسی کردند و درنهایت مدلی برای پیش بینی این دو مؤلفه ارائه نمودند [17]. در سال 2013 بابایی با استفاده از روش تجزیه مقادیر منفرد و تحلیل ابعادی، فرایند تراکم پودر به روش انفجاری را مورد بررسی قرار داده و مدلی ارائه نمود که با استفاده از آن می توان انرژی موردنیاز برای تراکم و میزان چگالی نهایی را پیش بینی نمود [18]. این مدل در مقایسه با نتایج حاصل از آزمایش از دقت مطلوبی برخوردار می باشد.

مطالعات جدید در حوزه تراکم دینامیکی پودر، به موضوعاتی از قبیل استفاده از منابع نوین انرژی همچون لیزر [19] و یا تبخیر فویل فلزی [20] و همچنین بهبود خواص و تولید قطعات مرکب با کاربردهای خاص صنعتی [21] و پزشکی [22] اختصاص یافته است.

هدف اصلی این تحقیق بررسی فرایند تراکم دینامیکی پودر خالص آهن و پودر مرکب آهن و سرامیک است. برای این منظور، پودر آهن بهصورت خالص و همچنین بهصورت مخلوط شده با پودر سرامیک با نسبتهای وزنی متفاوت، با استفاده از دستگاه چکش پرتابهای تحت بار ضربهای قرار می گیرد. قطعات حاصل از تراکم پس از خروج از قالب، تحت آزمون فشار قطری قرار می گیرند تا استحکام کششی آنها مورد ارزیابی قرار گیرد. همچنین بهمنظور بررسی تأثیر روش تراکم دینامیکی بر ریزساختار قطعات، از دستگاه میکروسکوپ الکترونی استفاده شده است. در ادامه یک مدل سازی ریاضی بر مبنای دادههای تجربی و با استفاده از روش تحلیل ابعادی و الگوریتم ژنتیک ارائه می گردد. مقادیر پیش بینی شده توسط این مدل با دادههای تجربی مقایسه شده و درنهایت دقت مدل مورد ارزیابی قرار می گیرد.

2- مطالعه تجربی

2-1- سامانه چکش پرتابهای

در این تحقیق، بهمنظور تراکم دینامیکی ذرات پودر آهن، از سامانه چکش پرتابهای موجود در موسسه آموزش عالی احرار رشت استفاده شده است که نمای کلی آن در شکل 1 نشان داده شده است. این سامانه بهمنظور ایجاد نرخهای پایین در فرایندهای شکل دهی دینامیکی استفاده میشود. مطابق شکل 1، سامانه چکش پرتابهای از یک وزنه به جرم 25 کیلوگرم تشکیل شده است که ارتفاع آن تا 9 متر قابل تنظیم است. با رها کردن چکش از ارتفاع معین، انرژی پتانسیل ذخیره شده در آن به انرژی جنبشی این امر باعث تراکم ذرات پودر درون قالب میگردد. تنظیم ارتفاع وزنه توسط یک سیستم بالابر الکتریکی انجام میشود. همچنین برای اندازه گیری سرعت وزنه به هنگام برخورد با سنبه، از یک سرعتسنج لیزری استفاده شده است. مجموعه قالب و سنبه در پایین ترین نقطه دستگاه، به یک سندان متصل میگردد.

2-2- نحوه انجام آزمایش

بهمنظور انجام آزمایشهای موردنظر، پودر آهن با خلوص 99 درصد و با توزیع اندازه ذرات کمتر از 60 میکرومتر مورد استفاده قرار گرفته است. همچنین بهمنظور تولید قطعات مرکب، پودر آهن با درصدهای وزنی مختلف با پودر سرامیک اکسید آلومینیوم با توزیع اندازه ذرات کمتر از 30 میکرومتر مخلوط شده است. شکلهای 2 و 3 به ترتیب تصویر ذرات پودر آهن و سرامیک مورداستفاده را قبل از تراکم، نشان میدهد.



شکل 1 نمای کلی سامانه چکش پرتابهای



Fig. 2 Iron powder particles before compaction شکل **2** ذرات پودر آهن قبل از تراکم



Fig. 3 Ceramic powder particles before compaction شکل 3 ذرات پودر سرامیک قبل از تراکم

برای انجام هر آزمایش، مقدار 30 گرم پودر آهن یا مخلوط پودر آهن-سرامیک با درصدهای وزنی متفاوت، درون قالب قرار ریخته میشود. قالب استوانهای به قطر 21 میلیمتر، پس از قرار گرفتن سنبه درون آن، بر روی سندان در زیر دستگاه چکش پرتابهای مهار میشود. پس از تنظیم ارتفاع چکش توسط سیستم بالابر، چکش از ارتفاع معین، رها شده و با سنبه برخورد میکند. برخورد چکش با سنبه باعث تولید امواج تنش فشاری با دامنه بسیار زیاد در مدتزمان بسیار کوتاه میگردد. پس از اتمام هر آزمایش، بهمنظور خارج کردن قطعه متراکم شده از درون قالب، از یک جک هیدرولیکی با ظرفیت 10 تن استفاده شده است. شکل 4 بخشی از نمونههای تولیدشده در آزمایشها را نشان

انرژی جنبشی وزنه به هنگام برخورد با سنبه (E) از رابطه (1) محاسبه میشود: 1

$$E = \frac{1}{2}Mv^2 \tag{1}$$

در رابطه (1)، M جرم وزنه و v سرعت وزنه به هنگام برخورد با سنبه است که توسط سرعتسنج اندازهگیری میشود.



Fig. 4 Samples fabricated using dynamic compaction method شکل 4 نمونههای تولیدشده به روش تراکم دینامیکی

این انرژی جنبشی در واقع همان انرژی تراکمی است که به-صورت ضربه از طریق وزنه به سنبه منتقل میشود. حال با داشتن انرژی تراکم و ارتفاع قطعه قبل و بعد از تراکم، فشار تراکم (P) مطابق رابطه (2) محاسبه می شود:

$$P = \frac{\Delta V}{\Delta V}$$
 (2)
در رابطه (2)، ΔV تغییر حجم نمونه قبل و بعد از تراکم

است. لازم به ذکر است در کلیه آزمایشها، جرم پودر ریخته شده در قالب، قطر قالب و جرم چکش ثابت در نظر گرفته شده و تنها ارتفاع چکش تغییر می کند. با توجه به اینکه همه نمونهها دارای شکل استوانهای بوده و قطر یکسان دارند، به منظور اندازه گیری چگالی نهایی قطعات، ابتدا ارتفاع نهایی قطعه با استفاده از کولیس اندازه گیری می شود. از آنجا که در هر آزمایش مقداری از پودر به دلیل چسبیدن به سطح قالب و یا هنگام فروج قطعه از درون قالب هدر می رود، جرم نمونههای تولید شده نیز با استفاده از ترازو اندازه گیری می شود. حال با داشتن جرم و ارتفاع نهایی قطعات و با تقسیم جرم بر حجم، چگالی نهایی ارتفاع نهایی قطعات و با تقسیم جرم بر حجم، چگالی نهایی درنهایت بر چگالی تئوری آلومینیم (2700 کیلو گرم بر متر مکعب) تقسیم شده و کمیتی به نام چگالی نسبی بر حسب درصد محاسبه می شود که به عنوان یک معیار برای مقایسه چگالی نهایی قطعات تولید شده به کار می رود.

همچنین در این تحقیق از آزمون فشار قطری موسوم به آزمایش برزیلی برای ارزیابی استحکام قطعات متراکم استفاده میشود. برای این منظور، از دستگاه STM-250 استفاده شده است. نمونه موردنظر بهصورت جانبی بین یک فک ثابت پایینی و یک فک متحرک بالایی قرار میگیرد. با شروع آزمایش، فک متحرک بالایی با نرخ بارگذاری 2 میلیمتر بر ثانیه به سمت پایین حرکت کرده و نمونه را در راستای قطری تحت فشار قرار میدهد. نیروی فشاری فک بالایی به طور فزاینده افزایش می بابد تا زمانی که قطعه با ایجاد ترک دچار شکست شود. در لحظه

$$\sigma_t = \frac{2F}{\pi D h_f} \tag{3}$$

همچنین بهمنظور بررسی اثر روش تراکم دینامیکی بر ریزساختار نمونههای تولیدشده، تصاویر مختلفی از نمونههای خالص و مرکب با استفاده از دستگاه میکروسکوپ الکترونی تهیه شده و مورد بررسی قرار گرفته است.

3- فرایند مدلسازی عددی

تعداد زیاد پارامترهای مؤثر در پدیده تراکم دینامیکی و تغییرات غیرخطی این پارامترها در حین تراکم از یکسو و دشوار بودن اندازه گیری و تعیین ثوابت تجربی موجود در مدلهای تحلیلی از سوی دیگر، عواملی هستند که سبب میشوند ارائه مدلهای ساختاری مرتبط با این پدیده، با پیچیدگیهای فراوانی همراه باشد. این پیچیدگی سبب میشود تا ضرورت استفاده از روش-های مدلسازی عددی بهعنوان یک راهکار مناسب در جهت پیشبینی خواص فیزیکی قطعات حاصل از تراکم دینامیکی مطرح گردد.

3-1- كاربرد روش تحليل ابعادى

در روش تحلیل ابعادی، اعداد بیبعد با استفاده از پارامترهای مؤثر مسئله ساخته می شود که این امر منجر به کاهش تعداد این پارامترها شده و باعث تسهیل فرایند مدلسازی می گردد. پارامترهای ورودی مؤثر در فرایند تراکم دینامیکی با استفاده از سامانه چکش پرتابهای شامل ارتفاع وزنه (H)، جرم وزنه (M)، ارتفاع اولیه پودر (h_0)، جرم اولیه پودر (m_0)، ارتفاع نهایی نمونه (h_f)، جرم نهایی نمونه (m_f)، قطر نمونه (D) و سرعت تراکم (v) می باشند؛ بنابراین چگالی نسبی نهایی قطعات (ρ) بر مبنای این پارامترها توسط رابطه (4) قابل بیان است:

$$\rho = f(H, M, h_0, m_0, h_f, m_f, D, v)$$
(4)

حال بهمنظور کاهش تعداد پارامترها و همچنین یکسان-سازی ابعاد پارامترها در دو سمت تساوی، رابطه (4) به صورت رابطه (5) بازنویسی می شود:

$$\pi_0 = f(\pi_1, \pi_2, \pi_3) \tag{5}$$

در رابطه (5)، π_{1} ، π_{2} ، π_{3} و π_{3} اعداد بیبعدی هستند که بهصورت روابط (6-9) تعریف شدهاند:

$$\pi_{0} = \rho \tag{6}$$

$$\pi_{1} = \frac{H}{D} \tag{7}$$

$$\pi_{2} = \frac{h_{f}}{h_{0}} \tag{8}$$

$$\pi_3 = \frac{\nu_{\rm fe}}{\nu} \frac{m_0}{M} \tag{9}$$

پارامتر $v_{
m fe}$ در رابطه (9) سرعت عبور صوت از آهن است.

3-2- روش الگوريتم ژنتيک

كاربرد روش الگوريتم ژنتيک بهعنوان يک ابزار كارآمد رياضي برای مدلسازی پدیدههای پیچیده فیزیکی همچون تراکم پودر در سالهای اخیر موردتوجه محققان قرار گرفته است. علت استقبال محققان در حوزههای مختلف مهندسی از این روش، دقت آن در پیشبینی مقادیر واقعی حاصل از فرایند از یک سو و توانایی در نظر گرفتن خطای اندازه گیری بهعنوان جز لاینفک دادههای حاصل از آزمایش از سوی دیگر است [24]. الگوریتم ژنتیک درواقع یک روش بهینهسازی مبتنی بر ساختار درختی است. بدین معنی که در این روش توابع و عملگرهای اعمال شده بر پارامترهای ورودی بهعنوان میوه و ارتباط بین آنها بهعنوان شاخه درخت در نظر گرفته می شود. به عنوان یک مثال ساده، رابطه ریاضی $y = \sqrt{y} + \sqrt{y}$ در فرم ساختار درختی بهصورت (ابطه ریاضی) رابطه را شکل 5 نمایش داده می شود. در مدل سازی به روش الگوریتم ژنتیک، ابتدا تعداد مشخصی از جفت دادههای وردوی-خروجی که به آنها داده آموزش اطلاق می شود، در نظر گرفته شده و یک ساختار درختی تصادفی با استفاده از دادههای آموزشی ورودى ساخته مىشود. اين ساختار كه جمعيت اوليه ناميده می شود با داده های خروجی مقایسه شده و به منظور انطباق بهتر، مجدداً جمعیت دیگری تولید شده و مورد ارزیابی قرار میگیرد. این روند تکاملی تا حصول انطباق مطلوب بین دادههای ییشبینی شده و دادههای واقعی ادامه می یابد.



Fig. 5 Representation of expression $(\sin(3x) + \sqrt{y-2})$ in tree structure شکل 5 نمایش عبارت $(\sin(3x) + \sqrt{y-2})$ در ساختار درختی

در این مرحله، بهمنظور ارائه یک مدل تجربی برای پیشبینی

چگالی قطعات حاصل از تراکم دینامیکی پودر آهن، تابع f در ن رابطه (5) بهصورت رابطه (10) در نظر گرفته میشود: $\pi_0 = a \ (\pi_1)^b \ (\pi_2)^b \ (\pi_3)^b$

حال مجموعه دادههای ورودی -خروجی مربوط به ارتفاعهای 2، 3، 7 و 9 متر بهعنوان دادههای آموزش و بقیه دادهها بهعنوان داده پیشبینی توسط روش الگوریتم ژنتیک در نظر گرفته می-شوند؛ بنابراین ضرایب مجهول در رابطه (10) به گونهای تعیین می گردند تا دادههای پیشبینی شده توسط مدل، کمترین اختلاف را با مقادیر واقعی داشته باشد.

4- بحث و بررسی نتایج 4-1- بررسی ریزساختار نمونه

شکل 6 تصویر ریزساختار پودر آهن خالص را پس از تراکم نشان میدهد. همان طور که در شکل ملاحظه می شود، نمونه از ساختار کاملاً یکنواختی برخوردار است و فضاهای خالی اندکی بین ذرات پودر مشاهده می شود.

نحوه اتصال بین ذرات پودر که در اثر پدیده قفل شدگی مکانیکی پدید می آید نیز در این شکل مشخص است. همچنین اتصال بین ذرات پودر در مرز دانه ها به خوبی صورت گرفته است. از طرفی در ساختار نمونه، ذراتی با اندازه های بسیار کوچک تر از اندازه اولیه نسبت به شکل 2 مشاهده می شوند. علت این امر بر خورد شدید ذرات پودر با یکدیگر در اثر عبور امواج فشاری است که باعث خرد شدن ذرات پودر می گردد.

همچنین شکل 7 تصویر ریزساختار قطعه مرکب حاصل از مخلوط کردن پودر آهن و سرامیک را نشان میدهد. نواحی با رنگ روشنتر در این تصویر، ذرات پودر سرامیک هستند که در حین فرایند مخلوط کردن، بین ذرات پودر آهن قرار گرفتهاند اما به دلیل اختلاف اندازه و چگالی ذرات دو نوع پودر، توزیع همگنی از ذرات سرامیک در ساختار ملاحظه نمی شود. از آنجاکه چگالی سرامیک کمتر از پودر آهن است، برخورد شدید ذرات پودر در اثر عبور موج تنش در حین تراکم، سبب می شود تا تجمع ذرات سرامیک در بالای قطعه (سمت چپ تصویر) بیشتر از پایین قطعه (سمت راست تصویر) باشد. علت این امر این است که بالای قطعه که در تماس مستقیم با سنبه است، بیشترین مقدار انرژی تراکم را دریافت میکند. اصطکاک بین ذرات یودر و قالب، سبب اتلاف انرژی تراکم شده و در نتیجه پایین قطعه انرژی به مراتب کمتری را دریافت کرده و چگالی در این ناحیه كاهش مىيابد. همچنين هيچگونه واكنشى ازجمله تغيير فاز فلزی در اثر پدیده تراکم دینامیکی در ساختار نمونه ملاحظه

نمىشود.



Fig. 6 Microstructure of pure part after compaction شکل **6** ریزساختار قطعه خالص بعد از تراکم



Fig. 7 Microstructure of composite part after compaction شکل **7** ریزساختار قطعه مرکب بعد از تراکم

2-4- چگالی و استحکام

شکلهای 8 و 9 به ترتیب نمودار تغییرات چگالی نسبی و استحکام قطعات تولیدشده از پودر آهن خالص را بر حسب فشار تراکم نمایش می دهند. همان طور که در این دو شکل ملاحظه می شود، با افزایش فشار تراکم، چگالی و استحکام قطعات افزایش می یابند؛ اما نکته مشهود در هر دو نمودار این است که شیب این تغییرات در 3 محدوده فشارهای پایین (30 تا 70 مگا پاسکال)، فشارهای متوسط (70 تا 140 مگا پاسکال) و فشارهای بالا (بیشتر از 140 مگا پاسکال) متفاوت است به طوری که به-یاوان نمونه در مورد چگالی نسبی، این شیب ابتدا افزایش سپس کاهش و در نهایت افزایش می یابد. از آنجاکه مکانیسم ایجاد اتصال بین ذرات پودر و تبدیل آن به یک ماده جامد به روش متالوژی پودر متداول در صنعت، شامل 3 مرحله جابجایی مجدد ذرات در فشارهای پایین، تغییر شکل الاستیک و



Fig. 8 Variations of relative density versus compaction pressure شکل 8 تغییرات چگالی نسبی بر حسب فشار تراکم



Fig. 9 Variations of strength versus compaction pressure شکل **9** تغییرات استحکام بر حسب فشار تراکم



Fig. 10 Force-displacement graph in diametral compression test شکل 10 نمودار نیرو -جابجایی در آزمون فشار قطری



Fig. 11 Effect of adding ceramic on relative density شکل 11 تأثیر افزودن سرامیک بر چگالی نسبی

شدن در فشارهای تراکم بالاست، این نتیجه حاصل می شود که مکانیسم قالب در پدیده تراکم دینامیکی با استفاده از سامانه چکش یرتابهای نیز شامل سه مرحله فوق است. این سه مرحله را به این صورت می توان از لحاظ فیزیکی تعبیر نمود که در مرحله اول افزایش ناگهانی فشار ناشی از بارگذاری ضربهای و حرکت سنبه به سمت پایین قالب، سبب جابجایی ذرات پودر و برخورد شدید این ذرات با یکدیگر می گردد. در این مرحله به دلیل قرار گرفتن ذرات پودر در فضاهای خالی بین یکدیگر و برقراری نيروهاى مولكولى بين ذرات مجاور، شاهد افزايش قابل ملاحظه در مقادیر چگالی و استحکام هستیم. در مرحله دوم از آنجا که فضایی برای جابجایی و برخورد بین ذرات پودر باقی نمانده، فشار تراکم سبب افزایش اصطکاک و حرارت موضعی در سطح ذرات شده و در نتیجه تغییر شکل پلاستیک آغاز می شود. این امر تأثیر چندانی بر روی افزایش چگالی ندارد ولی از آنجا که سبب ایجاد اتصال بین ذرات پودر میگردد، تأثیر آن بر افزایش استحکام قابل ملاحظه است. در مرحله سوم، بروز یدیده سخت-شوندگی در ذرات پودر سبب می شود ادامه روند تغییر شکل پلاستیک ذرات، در فشار تراکم بالاتری رخ دهد.

این در حالی است که در پدیده تراکم دینامیکی در سرعتهای بالا، سرعت انتشار امواج تنش از سرعت انتشار صوت از درون ذرات پودر فراتر رفته و حالت شوک پدید میآید. عبور امواج شوک از درون ذرات پودر، باعث افزایش موضعی حرارت و بروز پدیده نرم شوندگی مکانیکی در سطح ذرات شده که این امر موجب بروز پدیده ذوب موضعی در لایه سطحی ذرات پودر و جوش خوردن آنها به یکدیگر می گردد. بنابراین انتظار می رود که روند افزایش چگالی و استحکام در مورد آن کاملاً یکنواخت باشد.

شکل 10 یکی از نمودارهای نیرو-جابجایی حاصل از آزمون فشار قطری را نشان میدهد. همانطور که در شکل ملاحظه میشود، افزایش نیروی فشاری تحمل شده توسط نمونه تا رسیدن به یک مقدار ماکزیمم ادامه مییابد و سپس با شروع ترک، نمونه دچار واماندگی میشود. در آزمون فشار قطری، درواقع نیروی فشاری در راستای قطر نمونه، به نیروی کششی غیرمستقیم تبدیل میشود؛ بنابراین بالاتر بودن نیروی شکست یک نمونه، به معنای مستحکمتر بودن اتصالات بین ذرات پودر در آن نمونه است.

تأثیر افزودن سرامیک با درصدهای وزنی متفاوت به پودر آهن، بر چگالی قطعه مرکب حاصل در شکل 11 نمایش داده شده است.

همانطور که در شکل 11 ملاحظه می گردد، افزودن 5 درصد سرامیک به پودر آهن باعث افزایش چگالی قطعه مرکب شده است، زیرا ذرات سبکتر سرامیک مابین حفرههای ذرات پودر آهن قرار گرفته و منجر به افزایش چگالی شدهاند؛ اما در ادامه با افزایش درصد وزنی سرامیک، چگالی قطعه مرکب بهشدت کاهش می یابد. این کاهش فراوان به این دلیل رخ می دهد که بخشی از فشار تراکم، توسط ذرات سرامیک دریافت می شود و درنتیجه مقدار فشار دریافت شده توسط ذرات پودر آهن برای تغییر شکل این ذرات و کاهش تخلخل بین آنها کافی نیست.

3-4- ارائه مدل چگالی

با اعمال روش الگوریتم ژنتیک بر روی رابطه (10) مقادیر ضرایب مجهول، تعیین شده و بنابراین این رابطه بهصورت رابطه (11) برای پیشبینی مقادیر چگالی به دست میآید:

 $\rho = 2.22 \left(\frac{H}{D}\right)^{0.1} \left(\frac{h_f}{h_0}\right)^{1.14} \left(\frac{v_{fe}}{v} \frac{m_0}{M}\right)^{0.215} \tag{11}$

رابطه (11)، یک رابطه جهت پیشبینی چگالی قطعات حاصل از تراکم پودر آهن خالص است که با اعمال روش تحلیل ابعادی و الگوریتم ژنتیک بر روی دادههای تجربی بهدستآمده است. بهمنظور ارزیابی دقت رابطه ارائهشده، مقادیر چگالی نسبی پیشبینیشده توسط این رابطه با دادههای تجربی در شکل 12 مورد مقایسه قرار گرفته است. همانطور که در شکل ملاحظه میشود، مقادیر پیشبینیشده از انطباق بسیار مناسبی با مقادیر تجربی برخوردار هستند، بهطوری که مجذور میانگین مربعات خطاها معادل 70/1 به دست میآید که این امر کارایی این روش



Fig. 12 Comparison between values predicted by equation 11 with experimental data

شکل 12 مقایسه بین مقادیر پیش بینی شده توسط رابطه 11 و مقادیر تجربی

5- نتيجەگىرى

در این تحقیق، اثر پدیده تراکم دینامیکی در محدوده سرعت

مهندسی ساخت و تولید ایران، پاییز و زمستان 1395، دوره 3 شماره 3

تراکم 9/5-4/5 متر بر ثانیه بر چگالی، استحکام و ریزساختار قطعات خالص و مرکب حاصل از تراکم پودر آهن و همچنین مخلوط پودر آهن و سرامیک با درصدهای وزنی متفاوت، مورد بررسی قرار گرفت. نتایج اصلی حاصل از این تحقیق عبارتاند از:

1- افزایش چگالی و استحکام قطعات حاصل از تراکم پودر آهن خالص در سه محدوده فشارهای پایین، متوسط و بالا نشان میدهد اتصال بین ذرات در محدوده سرعتهای مورد مطالعه در این تحقیق، در سه مرحله جابجایی مجدد ذرات، تغییر شکلهای این تحقیق، در سه مرحله جابجایی مجدد ذرات، تغییر شکلهای آنها صورت گرفته است.

2- بررسی ریزساختار قطعات حاصل از تراکم دینامیکی پودر آهن خالص نشان میدهد اتصال از نوع قفل شدگی مکانیکی بهخوبی بین ذرات ایجاد شده ولی پدیده اتصال ذرات در اثر ذوب شدن موضعی در ریزساختار قطعات مشاهده نگردیده است.

3- عبور امواج تنش فشاری از ستون ذرات پودر در روش تراکم دینامیکی، باعث خرد شدن ذرات پودر و افزایش تغییر شکل پلاستیک آنها شده و منجر به تولید قطعاتی با ریزساختار کاملاً یکنواخت و چگالی نسبی بالا میشود. از طرفی سرعت عبور این امواج به حدی نیست که باعث بروز پدیده ذوب موضعی در ذرات پودر گردد.

4- توزیع ناهمگن و تجمع موضعی ذرات پودر سرامیک در ریزساختار قطعات حاصل از تراکم دینامیکی پودرهای آهن و سرامیک مشاهده میشود که این امر به دلیل تفاوت در اندازه و کمتر بودن چگالی ذرات پودر سرامیک نسبت به ذرات پودر آهن رخ میدهد. به نظر میرسد استفاده از ذرات پودر سرامیک با ابعاد نانو میتواند منجر به توزیع یکنواختتر این ذرات در امتداد محوری گردد.

5- افزایش بیش از 5 درصد وزنی سرامیک به پودر آهن باعث افت شدید چگالی قطعات می گردد. علت این امر جذب مقدار زیادی از فشار تراکم توسط ذرات سخت سرامیک و کاهش فشار دریافتی توسط ذرات آهن است که مانع از ایجاد تراکم مطلوب در ساختار پودر می گردد.

6- مقایسه مقادیر چگالی پیشبینی شده توسط رابطه ارائه شده با نتایج تجربی بهدست آمده، انطباق بسیار مناسبی را با مجذور میانگین مربعات خطاها معادل 0/71 نشان میدهد؛ بنابراین با توجه به ماهیت پیچیده فرایند تراکم دینامیکی و دشواری روشهای تحلیلی برای مدلسازی آن، استفاده از روش تحلیل ابعادی و الگوریتم ژنتیک میتواند بهعنوان یک ابزار کارآمد و دقیق برای مدلسازی این پدیده مورد استفاده قرار گیرد.

- [13] D. Poquillon, V. Baco-Carles, P. Tailhades, E. Andrieu, Cold compaction of iron powders-relations between powder morphology and mechanical properties: Part II. Bending tests: results and analysis, *Powder technology*, Vol. 126, pp. 75-84, 2002.
- [14] A. Simchi, and H. Pohl, Effects of laser sintering processing parameters on the microstructure and densification of iron powder, *Materials Science and Engineering*, Vol. 359, pp. 119-128, 2003.
- [15]S. Ahn, S. J. Park, S. Lee, S. V. Atre, R.M. German, Effect of powders and binders on material properties and molding parameters in iron and stainless steel powder injection molding process, *Powder Technology*, Vol. 193, pp. 162-169, 2009.
- [16] JZ Wang, XH Qu, HQ Yin, MJ Yi, XJ Yuan, High velocity compaction of ferrous powder, *Powder technology*, Vol. 192, pp. 131-136, 2009.
- [17] N. Nariman-Zadeh, A. Darvizeh, M. Felezi, and H. Gharababaei, Polynomial modelling of explosive compaction process of metallic powders using GMDH-type neural networks and singular value decomposition, *Modelling and Simulation in Materials Science and Engineering*, Vol. 10, p. 727, 2002.
- [18] H. Garehbabaee, Modeling of compaction process of metallic powders using dimensionless analysis and singular value decomposition, *Adv Appl Sci Res*, Vol. 4, pp. 107-114, 2013.
- [19]C. Deng, M. Liu, P. Molian, Nandiamond powder compaction via laser shockwaves: Experiments and finite element analysis, *Powder Technology*, Vol. 239, pp. 36-46, 2013.
- [20] A. Vivek, J. D. DeFouw, G. S. Daehn, Dynamic compaction of titanium powder by vaporizing foil actuator assisted shearing, *Powder Technology*, Vol. 20, pp. 181-186, 2009.
- [21]C. A. Braun, M. Schumaker, J. Rice, J. P. Borg, Comparison of static and dynamic powder compaction: Experiment and simulation. *Engineering Materials and Technology*, Vol. 138, 011003, 2016.
- [22] M. Dzmitry, B. Klimenty, A porous materials production with an electric discharge sintering, *International Journal of Refractory Metals and Hard Materials*, Vol. 59, pp. 67-77, 2016.
- [23] M. Çelik, *Pharmaceutical Powder Compaction Technology*, Second Edition: *CRC Press*, 2016.
- [24] A. Jamali, E. Khaleghi, I. Gholaminejad, N. Nariman-Zadeh, B. Gholaminia, A. Jamal-Omidi, Multi objective genetic programming approach for robust modeling of cmplex manufacturing process having probabilistic uncertainty in experimental data, *Journal of Intelligent Manufacturing*, Vol. 28, pp. 149-163, 2017.

6- مراجع

- [1] J. Hagemeyer, J. Regalbuto, Dynamic compaction of metal powders with a high velocity impact device, *Int. J. Powder Met*, Vol. 4, pp. 19-25, 1968.
- [2] P. Skoglund, High density PM parts by high velocity compaction, *Powder metallurgy*, Vol. 44, pp. 199-202, 2001.
- [3] M. J. Yi, H. Q. Yin, J. Z. Wang, X. J. Yuan, X. H. Qu, Comparative research on high-velocity compaction and conventional rigid die compaction, *Frontiers of Materials Science in China*, Vol. 3, pp. 447-451, 2009.
- [4] P. Kasiraj, T. Vreeland, R. Schwarz, and T. Ahrens, Shock consolidation of a rapidly solidified steel powder, *Acta Metallurgica*, Vol. 32, pp. 1235-1241, 1984.
- [5] T. Alp, A. Darvizeh, and S. Al-Hassani, Preforming of Metal—Polymer Composites by Electrical Discharge Compaction of Powders, *Powder metallurgy*, Vol. 31, pp. 173-177, 1988.
- [6] G. R. Shaik and W. Milligan, Consolidation of nanostructured metal powders by rapid forging: Processing, modeling, and subsequent mechanical behavior, *Metallurgical and Materials Transactions A*, Vol. 28, pp. 895-904, 1997.
- [7] H. Babaei, T. M. Mostofi, M. Alitavoli, and M. Namdari, Experimental investigation and a model presentation for predicting the behavior of metal and alumina powder compaction under impact loading, *Journal of Modares Mechanical Engineering*, Vol. 15, pp. 357-366, 2015 (in Persian (فارسی)).
- [8] M. Alitavoli, H. Babaei, A. Mahmoudi, A. Golbaf, and T. M. Mostofi, Experimental and analytical study of effective factors on compaction process of aluminium powder under the impact load by low speed, *Modares Mechanical Engineering*, Vol. 15, pp. 22-30, 2015 (in Persian (فارسی)).
- [9] H. M. Babaei, T.M. Majid Alitavoli, M. Namazi, N. Rahmanpoor, A, Dynamic compaction of cold die Aluminum powders, *Geomechanics and Engineering*, Vol. 10, pp. 109-124, 2016.
- [10] B. Azhdar, B. Stenberg, and L. Kari, Development of a high-velocity compaction process for polymer powders, *Polymer Testing*, Vol. 24, pp. 909-919, 2005.
- [11] M. J. Yi, H. Q. Yin, J. Z. Wang, X. J. Yuan, and X. H. Qu, Comparative research on high-velocity compaction and conventional rigid die compaction, *Frontiers of Materials Science in China*, Vol. 3, pp. 447-451, 2009.
- [12] H. Yin, H. Li, X. Qu, M. Khan, S. Ali, and M. Z. Iqbal, Compaction of Ti–6Al–4V powder using high velocity compaction technique, *Materials & Design*, Vol. 50, pp. 479-483, 2013.

مهندسی ساخت و تولید ایران، پاییزو زمستان 1395، دوره 3 شماره 3