

ماهنامه علمی پژوهشی

. مکانیک

بررسی تحلیلی و عددی نفوذ پر تابه در اهداف سرامیک -فلز و ارائه یک مدل اصلاحی

مهدى طهماسبى آبدر¹، غلامحسين لياقت²ً، هادى شانظرى³، امين خدادادى³، همايون هادوى نيا⁴، اكبر ابوترابى⁴

1- کارشناس ارشد، مهندسی مکانیک، دانشگاه تربیت مدرس، تهران

2- استاد، دانشکده مهندسی مکانیک، دانشگاه تربیت مدرس، تهران

3- دانشجوی دکتری، مهندسی مکانیک، دانشگاه تربیت مدرس، تهران

4- استاد، مهندسی مکانیک، دانشگاه کینگزتون لندن، انگلیس

*تهران، صندوق يستى 141-1415،ghlia530@modares.ac.ir

Analytical and numerical investigation of projectile perforation into ceramic-metal targets and presenting a modified theory

Mahdi Tahmasebiabdar¹, Gholamhossein Liaghat¹*, Hadi Shanazari¹, Amin Khodadadi¹, Homayoun Hadavinia², Akbar Aboutorabi²

1- Department of Mechanical Engineering, Tarbiat Modares University, Tehran, Iran

2- Department of Mechanical Engineering, Kingston University, London, England

*P.O.B. 14115-141 Tehran, Iran, ghlia530@modares.ac.ir

ARTICLE INFORMATION

Original Research Paper Received 20 March 2015 Accepted 23 July 2015 Available Online 22 August 2015

Keywords: Penetration ceramic targets ballistic limit Woodward's model numerical simulation

ABSTRACT

Due to high hardness, low density and heat resistance, ceramics are widely used in armor applications and industry, thus, in this study perforation process of projectile into ceramic targets is investigated analytically and numerically and a modified model is developed. In the analytical section, Woodward's theory, one of the important theories in perforation process of projectile into ceramic targets, is investigated and some modifications are applied in Woodward's model, hence the ballistic results of analytical method are improved and the modified model shows good agreement with the experimental results. However, in the analytical section, the modified model is based on Woodward's model and modification of semi-angle of ceramic fracture cone, erosion, mushrooming and rigid form of projectile and also changes in yield strength of ceramic during perforation process, damage is considered. In the numerical section, a finite element model is created using Ls-Dyna software and perforation process of projectile into Ceramic-Aluminum target is simulated. The results of the analytical method and numerical simulation are compared to the results of the other investigators and results of modified model show improvement in prediction of ballistic results.

Please cite this article using:

برای ارجاع به این مقاله از عبارت ذیل استفاده نمایید:

M. Tahmasebiabdar, Gh. Liaghat, H. Shanazari, A. Khodadadi, H. Hadavinia, A. Aboutorabi, Analytical and numerical investigation of projectile perforation into ceramic-metal targets and presenting a modified theory, Modares Mechanical Engineering, Vol. 15, No. 9, pp. 353-359, 2015 (In Persian) www.SID.ir

ساخت، در تجهیزات مقاوم به نفوذ و ضربه، مورد استفاده قرار می گیرد.

در اهداف مرکب سرامیکی، ماده پشتی مورد استفاده می تواند فلز یا ماده كامپوزيتي باشد كه با توجه به نوع كاربرد، شرايط بالستيك، وزن و … انتخاب میشود. معمولاً از آلومینیوم، فایبر گلاس، کولار و … بهعنوان ماده پشتی استفاده می شود. یک زره سرامیکی ایدهآل باید از مقاومت به نفوذ بالا، چگالی کم و در مواقعی از انعطاف پذیری بالایی برخوردار بوده و همچنین به راحتی قابل ساخت باشد.

برای بررسی پدیده نفوذ در اهداف سرامیکی فعالیتهای زیادی صورت گرفته که هر کدام از این فعالیتها گامی مهم در بهبود بررسی هدفهای سرامیکی میباشد. این اهداف با سه روش تحلیلی، تجربی و عددی مورد بررسی قرار گرفتهاند که هر روش دارای مزایا و معایب خاص خود میباشد.

در سال 1967، تیت [1] یک مدل برای بررسی نفوذ پرتابههای میلهای در اهداف سرامیکی ضخیم ارائه نمود. در سال 1967، فلورانس [2] مدل تحلیلی ارائه داد که این مدل براساس تعادل انرژی میباشد، حد بالستیک را در اهداف سرامیکی بررسی میکند. در مدل تحلیلی وودوارد [3] که در سال 1990 ارائه شد پدیده نفوذ در اهداف سرامیکی با روش جرم خرد شده¹ بررسی شده و با ارائه روابطی، سرعت و جرم پرتابه، سرامیک و ماده هدف در هر بازەي زمانى محاسبه مىگردد.

در سال 1991، یک مدل تحلیلی توسط دن ریجر [4] ارائه شد که براساس مدل وودوارد بوده و یک سری معادلات دیفرانسیلی ارائه شده که پدیده نفوذ در اهداف سرامیکی را بررسی کرد و در سال 1997، چکرن و گالوز [5] مدلی ارائه دادند که هدف سرامیکی با ماده کامپوزیت کولار-ايوكسي بهعنوان صفحه پشتي بررسي شد و سرعت و جرم باقي،انده پرتابه و تغییر مکان و کرنش ماده پشتی مورد محاسبه قرار گرفت.

در سال 1998، زائرا و سنچز [6] یک مدل تحلیلی ارائه دادند که ضربه بالستیک پرتابه به هدف سرامیک-فلز شبیهسازی شد. در این مدل، رفتار پرتابه براساس مدل تیت و رفتار ماده پشتی براساس مدل وودوارد بوده و سرعت و جرم باقیمانده پرتابه و سرعت حد بالستیک محاسبه شد. در سال 1999، فلوز [7] یک مدل تحلیلی برای اهداف نیمه بینهایت ارائه داد که اساس آن روش جرم خردشده بوده و به نوعی ادامه کار وودوارد است.

در سال 2004، شانظری مدل وودوارد را بررسی و با لحاظ اصلاحاتی در مدل مذكور نتايج حد بالستيك را بهبود بخشيد [8]. در سال 2010، فعلي [9] یک مدل تحلیلی ارائه داد که براساس مدل زائرا و سنچز بوده و با یک سری از معادلات مومنتوم، رفتار شکست مخروطی سرامیک را توصیف کرد و در سال 2012، علیزاده [10] یدیده نفوذ در اهداف سرامیک- فلز را به صورت تحلیلی و تجربی مورد بررسی قرار داد. در سال 2013، طهماسبی و لياقت [11] پديده نفوذ در هدف سراميک-آلومينيوم را بهصورت تحليلي، تجربی و عددی بررسی کرده و مدل وودوارد را مورد اصلاح قرار دادند. در این مقاله، مدل تحلیلی وودوارد [3] بررسی شده و با اعمال اصلاحاتی جدید در مدل مذکور، نتایج حد بالستیک بهبود یافتهاند و با نتایج تجربی همخوانی خوبی دارند. ازین رو، مدل اصلاحی جدید برای پیشبینی نتایج حد بالستیک و جلوگیری از انجام تستهای گران و زمانبر تجربی، ضرورت دارد. 2-مدل تحليلي وودوارد

زمانی، سرعت پرتابه، سرامیک و هدف، جرم پرتابه و نیروهای سطح مشترک به دست می]َید [3]:

$$
F_{\rm P} = -M_{\rm P}U_{\rm P}
$$
\n
$$
F_{\rm I} - F_{\rm P} = -M_{\rm P} \frac{\dot{U}}{\dot{U}}
$$
\n(1)

$$
F_{\rm C} - F_{\rm I} = -M_{\rm C} \frac{v_{\rm C}^2}{\Delta t} \tag{7-1}
$$

$$
F_{\rm T} - F_{\rm C} = -M_{\rm T} \ddot{U}_{\rm T} \tag{5-1}
$$

که با توجه به شکل 1، کاهش در جرم پرتابه و سرامیک در هر بازه زمانی از ابطه (2) خواهد شد: ,

$$
\frac{\Delta M_{\rm P}}{\rho_{\rm P} A_0} = -[\dot{U}_{\rm P} - \dot{U}_{\rm C}]\Delta t \tag{2}
$$

$$
\frac{\Delta M_C}{\rho_C A_0} = -[\dot{U}_C - \dot{U}_T] \Delta t \tag{--2}
$$

در برخورد پرتابه به هدف، اگر نیروهای ایجاد شده در سطح مشترک از نیروی لازم برای سایش پرتابه و یا سرامیک بیشتر باشد آنگاه فرسایش اتفاق میافتد؛ که نیروی لازم برای فرسایش پرتابه از رابطه (3-الف) و برای فرسایش سرامیک از رابطه (3-ب) بهدست خواهد آمد: $F_P = Y_P A_0$ $(-11 - 3)$ (-3) $F_C = Y_C A_0$

در مدل تحلیلی وودوارد، کار لازم برای بشقابی شدن صفحه پشتی از رابطهی (4) بەدست خواھد آمد:

$$
W = \pi Y_{\rm T} bh \left[\frac{2}{3} b + \frac{h}{2} \right] \tag{4}
$$

و در نتیجه نیروی لازم برای بشقابی شدن صفحه پشتی با دیفرانسیل گیری از رابطه (4)، بهصورت رابطه (5) خواهد شد:

$$
F_{\text{T}} = \pi b Y_{\text{T}} \mathbf{I}_{3}^{\mathsf{T}} b + h \mathbf{I}
$$
 (5)

$$
E_{K} = \frac{1}{2}M_{P}U_{P}^{2} + \frac{\pi}{8} \mathbf{r}^{0}C^{L_{C}} + \frac{\rho_{B}b}{3} \mathbf{r}^{0}(\frac{d_{T}^{2}U_{P}^{2}}{(d_{T}-d_{P})^{2}})
$$
\n
$$
E_{K} = \frac{1}{2}M_{P}U_{P}^{2} + \frac{\pi}{8} \mathbf{r}^{0}C^{L_{C}} + \frac{\rho_{B}b}{3} \mathbf{r}^{0}(\frac{d_{T}^{2}U_{P}^{2}}{(d_{T}-d_{P})^{2}})
$$
\n
$$
= \frac{1}{2}U_{P}U_{P}^{2} + \frac{\pi}{8} \mathbf{r}^{0}C^{L_{C}} + \frac{\rho_{B}b}{3} \mathbf{r}^{0}(\frac{d_{T}^{2}U_{P}^{2}}{(d_{T}-d_{P})^{2}})
$$
\n
$$
= \frac{1}{2}U_{P}U_{P}^{2} + \frac{1}{2}U_{P}U_{P}^{2} = \frac{\pi a_{P}^{2}b_{P}V_{T}}{2}
$$
\n
$$
= \frac{1}{2}U_{B} - U_{P}U_{P}^{2}M_{P} = \frac{\pi a_{P}^{2}b_{P}V_{T}}{2}
$$
\n
$$
= \frac{1}{2}U_{B} - U_{P}U_{P}^{2}M_{P} = \frac{\pi a_{P}^{2}b_{P}V_{T}}{2}
$$
\n
$$
= \frac{1}{2}U_{B} - U_{P}U_{P}^{2}M_{P} = \frac{\pi a_{P}^{2}b_{P}V_{T}}{2}
$$

3- مدل تحلیلی (اصلاحات اعمال شده در مدل وودوارد)

در مدل تحلیلی مذکور، اصلاحاتی در جهت بهبود نتایج بالستیک اعمال شده است که در این قسمت ارائه شده اند.

3 -1- اعمال فازهای مختلف برای پر تابه

در مدل وودوارد، تنها فرسایش پرتابه در نظر گرفته شده است ولی پرتابه در

1- Lumped Mass

فرایند نفوذ، سه رفتار متفاوت از خود نشان میدهد. در ابتدا در سرعتهای بالا، فشار ایجاد شده در سطح مشترک پرتابه-سرامیک زیاد بوده و این نیروی

شکل 1 طرح کلی روش جرم خرد شده

مہندسی مکانیک مدرس، آذر 1394، دورہ 15، شمارہ 9

www.SID.ir

354

ایجاد شده در سطح مشترک از نیروی لازم برای فرسایش پرتابه بیشتر بوده و باعث فرسایش پرتابه میشود؛ ازین رو در فاز فرسایش پرتابه، نیروی سطح مشترک از رابطه (8) خواهد شد [3]:

 $F_{\rm I} = \rho_{\rm P} A_0 [\dot{U}_{\rm P} - \dot{U}_{\rm C}]^2 + F_{\rm P}$ (8)

در ادامه فرایند، با کاهش سرعت پرتابه و رسیدن سرعت نسبی ضربه (اختلاف سرعت پرتابه و سرامیک) به زیر سرعت امواج پلاستیک، پرتابه وارد فاز قارچیشدن میشود و نیروی سطح مشترک پرتابه-سرامیک از رابطه (9) خواهد شد [7]:

 $F_{\rm I} = \rho_{\rm P} A_0 [u_{\rm plas} [\dot{U}_{\rm P} - \dot{U}_{\rm C}] - \ddot{U}_{\rm P} (L_{\rm ERO} - L_{\rm ELAS})] + F_{\rm P}$ (9) در ادامه، با كاهش سرعت پرتابه، رفتار پرتابه بهصورت صلب فرض می گردد؛ در این حالت نیروی سطح مشترک سرامیک-پرتابه از رابطه (10) خواهد شد[7]؛

$$
F_{\rm I} = -\ddot{U}_{\rm P} \rho_{\rm P} L_{\rm ERO} A_0 \tag{10}
$$

بنابراین علاوه بر فاز فرسایش، فاز قارچی شدن و صلبیت پرتابه در مدل وودوارد لحاظ شده است.

3-2- اصلاح نيم زاويه مخروط سراميكي

3 -2-1- تغییرات نیم زاویه مخروط سرامیکی برحسب سرعت ورودی پرتابه در برخورد پرتابه به سرامیک، یک مخروط سرامیکی ناقص تشکیل میشود که در تئوریهای مختلف این نیم زاویه مخروط سرامیکی متفاوت میباشد؛ برای نمونه، در مدل فلورانس این نیم زاویه مخروط سرامیکی برابر با 63 درجه و در مدل وودوارد برابر با 68 درجه در نظر گرفته شده است؛ اما در واقعیت با افزایش سرعت برخورد پرتابه، این نیم زاویه مخروط سرامیکی كاهش مى يابد كه در شكل 2، تغييرات نيمزاويه مخروط سراميكى نشان داده شده است. با توجه به شکل2، با برخورد پرتابه به هدف سرامیک-آلومینیوم، نیم زاویه شکست مخروط سرامیکی در ضربه با سرعتهای پایین در مقایسه با ضربه در سرعتهای بالا، بیشتر میباشد.

ازینرو در اولین اصلاح، این نیمزاویه مخروط سرامیکی بهصورت یک تقریب خطي بين 63º و 68º بەفرم (11) در نظر گرفته شده است:

$$
\varphi = \frac{\pi}{100} \left(\frac{5}{200} \left[-U_p + 900 \right] + 63 \right) \tag{11}
$$

که برای سرعتهای بالای 900m/s نیم زاویه مخروط سرامیکی برابر با %6 و برای سرعتهای کمتر از 600m/s این نیم زاویه مخروط سرامیکی برابر با و بين اين مقادير بهصورت خطي (رابطه 11) تغيير مي كند. 68°

3-2-2- تغییرات نیم زاویه شکست مخروطی سرامیکی برحسب فرسایش سرامیک

در بخش دوم، نیم زاویه مخروط سرامیکی برحسب فرسایش سرامیک اصلاح شده است (رابطه 12)؛ بدین گونه که برای فرسایش کامل سرامیک، نیم زاویه

فرسایش سرامیک برابر با ماکزیمم مقدار خود (رابطه 11) مے باشد: $\varphi = \frac{\pi}{180}$ $\left[\frac{\varphi_0}{t_c}$ $(t_c - x)$ + 34] (12) بنابراین در ابتدا، نیم زاویه مخروط سرامیکی با سرعت ورودی پرتابه از رابطه (11) بهدست آمده و با جای گذاری در رابطه (12) برحسب فرسایش سرامیک تغییر خواهد کرد. با تغییرات نیم زاویه شکست مخروط سرامیکی، حجم سرامیک خردشده در زیر پرتابه و یا به عبارتی دیگر جرم سرامیک خردشده تغيير مي كند.

3-3- اصلاح مقاومت فشارى سراميك

در مرحله بعدی، مقاومت فشاری سرامیک اصلاح شده است. در مدل وودوارد مقاومت فشاری سرامیک در طول فرایند ثابت است؛ اما در واقعیت، زمانی که سرامیک در اثر برخورد پرتابه خرد میشود مقاومت فشاری آن کاهش مییابد. در واقع در لحظه برخورد پرتابه به سرامیک، مقاومت فشاری سرامیک برابر با مقدار ماکزیمم مقدار خود (مقدار اولیه) بوده و با ادامه فرایند نفوذ، سرامیک خرد شده و مقاومت فشاری آن کاهش می یابد. تغییرات مقاومت فشاری سرامیک از رابطه (13) خواهد شد [13]:

$$
Y_{\rm c} = Y_{\rm c0} \left[\frac{u - w}{u_{\rm phase}} \right]^2 \tag{13}
$$

در فرایند نفوذ پرتابه به هدف سرامیکی، فاز اول زمانی است که نیم مخروط سرامیکی تشکیل میشود. رابطه (13) با استفاده از معادلات تعادل مدل تیت [1] بهدست آمده است و در رابطه مذکور با افزایش سرعت نفوذ یر تابه، مقاومت فشاری سرامیک کاهش می یابد.

با اعمال اصلاحات مذكور (روابط 13-8) در روابط مدل وودوارد [3] (روابط 1-1)،در هر بازه زمانی، سرعت و جرم پرتابه، هدف و سرامیک، ل نیروهای سطح مشترک، انرژی لازم برای بشقابی شدن صفحه پشتی و انرژی جنبشی موثر بدست خواهد آمد. برای بدست آوردن سرعت حد بالستیک باید انرژی لازم برای بشقابی شدن صفحه پشتی با انرژی جنبشی موثر برابر شود (برابری روابط 4 و 6) و برای زمانی که سرامیک کاملا فرسایش پیدا کرده است باید رابطه (7) برقرار باشد.

4-بخش عددي

از آنجا که تعداد متغیرهای موجود در عملکرد بالستیکی هدف زیاد است و انجام آزمایشهای بالستیک نیاز به هزینه و زمان زیادی دارد، بنابراین انجام آنها دارای محدودیتهای زیادی است. به عنوان مثال زمانی که هدف بدست آوردن حد بالستیک است انجام آزمایشهای مکرر با سعی و خطا، اجتنابناپذیر است. با پیشرفت نرمافزارهای تحلیل عددی، استفاده از آنها باعث كاهش هزينه و زمان گرديده و نتايج قابل قبول و مطمئني حاصل خواهد شد. بنابراین به منظور بررسی پارامترهای مؤثر بر عملکرد بالستیکی اهداف مرکب از سرامیک و آلومینیوم، یک مدل المان محدود ایجاد گردید.

مخروط سرامیکی برابر با 340 (حداقل مقدار در مدل فلوز) و در صورت عدم ضربه سرعت بالا ضربه سرعت پايين

شکل2 تغیرات نیمزاویه شکست مخروط سرامیکی در سرعتهای مختلف [12]

1- Catia

مہندسی مکانیک مدرس، آذر 1394، دورہ 15، شمارہ 9

www.SID.ir

355

پس از مدلسازی، هدف و پرتابه در نرمافزار الاس داینا شبیهسازی میشوند. برای تعیین نوع المان میتوان از دو المان جامد' یا المان پوسته ٔاستفاده نمود. چون هدف متشکل از چند لایه بوده و گاه چند لایه با ضخامت زیاد ایجاد می شود، المان پوسته کارایی خود را از دست می دهد و معمولاً از المان جامد با تنش ثابت استفاده می گردد. در مدلسازی انجام شده، از المانهای جامد برای صفحه سرامیکی، آلومینیومی و همینطور برای يرتابه استفاده شده است.

مدل مادهای که برای صفحه آلومنیومی در نظر گرفته شده است، مدل ماده الاستیک پلاستیک³ است که هم دارای معیار شکست براساس کرنش و هم دارای معیار شکست براساس تنش میباشد. از این مدل ماده برای پرتابه نیز استفاده شده است. مدل ماده مورد استفاده برای سرامیک نیز مدل ماده جانسون -هلمکوئيست⁴ مے باشد.

در مش بندي انجام شده، صفحه يشتي آلومينيومي داراي 1875 المان و 2704 گره و صفحه جلویی (سرامیک آلومینا) دارای 2352 المان و 3364 گره و گلوله استوانهای فولادی دارای 12312 المان و 13695 گره میباشد. مش بندی انجام شده دارای دقت بالایی در نتایج حد بالستیک بوده که در بخش نتایج و بحث پس از برخورد پرتابه نشان داده شده است.

در جدول 1، خواص مكانيكي آلومنيوم، سراميك آلومينا و فولاد آورده شده

همانطور که ذکر گردید از مدل ماده جانسون-هلمکوئیست برای بررسی رفتار سرامیک آلومینا در شبیهسازی عددی استفاده شده است که در جدول 2، ثابتهای مورد نیاز مدل ماده جانسون-هلمکوئیست آورده شده است.

در این تحلیل، دو نوع تماس وجود دارد. یک تماس بین پرتابه و هدف مرکب از سرامیک و آلومنیوم و دیگری تماس بین صفحه سرامیکی با صفحه آلومنیومی میباشد. عمومیترین نوع تماس، تعریف تماس اتوماتیک⁵ میباشد. در کنار این نوع تماس، تماس فرسایشی⁶نیز وجود دارد. مشکلی که تماس اتوماتیک برای المانهای جامد دارد این است که پرتابه از هدف عبور می کند ولی المانهایی که به تنش و کرنش نهایی می رسند از تحلیل حذف نمیشوند. اما با استفاده از تماس فرسایشی این مشکل حل میشود. در ضربه پرتابه روی هدف، تماس بین پرتابه و مجموعه سرامیک و آلومنیوم به صورت تماس سهبعدی از نوع تماس فرسایشی تعریف شده است؛ که دلیل انتخاب این نوع تماس، نفوذ پرتابه درون هدف و حذف المانها میباشد. انرژی جنبشي پرتابه با حذف المانهاي آن كاهش مي يابد. تماس بين صفحه **جدول 1** خواص مکانیکی آلومنیوم، سرامیک و فولاد [10].

سرامیکی و آلومنیومی نیز به دلیل عدم نفوذ آنها در یکدیگر بهصورت تماس اتوماتیک تعریف شده است.

5-نتايج و بحث

در این بخش، نتایج مدل اصلاحی و حل عددی مورد بحث قرار گرفته و با نتايج ديگر تئوريها مقايسه شده اند.

در شکل 3، حد بالستیک مدل اصلاحی جدید برای ضخامتهای مختلف سرامیک و ماده پشتی نشان داده شده است.

همان طور که در شکل 3 دیده مے شود با افزایش ضخامت ماده یشتے در ضخامت ثابت سرامیک، حد بالستیک افزایش پیدا می کند؛ در واقع با افزایش ضخامت ماده پشتی انرژی لازم برای خمش و کشش ماده پشتی افزایش پیدا می کند؛ که این مستلزم افزایش سرعت پرتابه یا به عبارتی افزایش حد بالستیک است؛ از طرف دیگر نیز برای ضخامت ثابت صفحه پشتی آلومینیومی و با افزایش ضخامت سرامیک آلومینا از 4 میلیمتر تا 8 میلی متر، سرعت حد بالستيک افزايش پيدا مي کند.

در شكل 4، مقدار حد بالستيك مدل اصلاحي جديد با نتايج تجربي ويلكينز [14]، مدل تحليلي وودوارد [3] و زائرا- سنجز [6] مقايسه شده است.

با توجه به شکل 4، خطای مدل اصلاحی در مقایسه با دیگر مدلها کمتر بوده و به نتایج تجربی ویلکینز [14] نزدیکتر است. همانطور که دیده مي شود نمودار مدل اصلاحي با اختلاف كمي نمودار مربوط به نتايج تجربي را دنبال می کند. با توجه به شکل 4، برای ضخامتهای کمتر از 6 میلی متر برای ماده پشتی، مقدار حد بالستیک مدل اصلاحی در مقایسه با نتایج تجربی)بیشتر است و با اصلاح مقاومت فشاری سرامیک مقدار حد بالستیک کاهش

مہندسی مکانیک مدرس، آذر 1394، دورہ 15، شمارہ 9

- 1- Solid Element
- 2- Shell Element
- 3- Elastic-Plastic
- 4- Johnson-Holmquist-Ceramics
- 5- Contact Auotomatic Surface to Surface
- 6- Contact Eroding Surface to Surface

356

www.SID.ir

میپابد و علت ایناست که با لحاظ این اصلاح، مقاومت فشاری سرامیک در طول فرایند کاهش پیدا کرده و در نتیجه مقدار حد بالستیک کمتر میشود و در ضخامتهای پایین به مقادیر تجربی ویلکینز [14] نزدیکتر میشود.

در ضخامتهای بالای هدف، مقدار حد بالستیک مدل اصلاحی از مقادیر تجربی کمتر شده است؛ علت این است که در ضخامتهای بالا، سرعت لازم برای حد بالستیک بیشتر شده و از طرفی در سرعتهای بالا با توجه به مرجع [13] مقدار مقاومت فشاری سرامیک با شدت بیشتری کاهش پیدا م*ی ک*ند و در نتیجه با کاهش شدید مقاومت فشاری سرامیک در سرعتهای بالا، مقدار حد بالستیک کاهش بیشتری دارد.

نتایج مدل اصلاحی برای ضخامتهای کمتر از **6** میلی متر (شکل 4) در مقایسه با مدل وودوارد [3] از دقت خوبی برخوردار است. برای نمونه، مقدار خطاي نتايج مدل وودوارد [3] نسبت به نتايج تجربي ويلكينز [14] براي خخامتهای 3/17 و 5 میلی متر به ترتیب برابر با 32 و 23 درصد بوده ولی $-$ در مدل اصلاحی جدید، مقدار این خطاها به ترتیب 12/01 و 7 درصد می باشد.

در شکل 5، مقدار حد بالستیک برای سرامیک آلومینا و کربید برم و در شکل 6، مقدار حد بالستیک برای سرامیک آلومینا با مقاومت فشاری ثابت و متغیر (مدل اصلاحی)، نشان داده شده است./

با توجه به شكل 5، از ديگر پارامترهاي موثر در حد بالستيك، جنس يا سختی سرامیک میباشد که بهعنوان صفحه جلویی در اهداف سرامیکی استفاده می شود. مقدار حد بالستیک برای سرامیک کربید برم در مقایسه با سرامیک آلومینا بیشتر بوده و علت آن هم سختی بالای سرامیک کربید برم در مقايسه با سراميک آلومينا است.

با توجه به شکل 6، مقادیر حد بالستیک برای مقاومت فشاری ثابت سرامیک در مقایسه با زمانی که مقاومت فشاری سرامیک متغیر است بیشتر

[www.SID.ir](www.sid.ir)

شکل 7 شبیه سازی نفوذ پرتابه در هدف سرامیک-آلومنیوم پس از برخورد با نرمافزار ال|س2اينا

357

بوده و این کاهش حد بالستیک بهعلت کاهش مقاومت فشاری سرامیک در طی فرایند نفوذ میباشد.

همانطور که در شکل 6 دیده میشود در ضخامتهای پایین، این مقدار اختلاف حد بالستیک در دوحالت، کمتر بوده و با افزایش ضخامت ماده پشتی اين اختلاف حد بالستيک بيشتر ميشود.

همان طور که ذکر شد در ضخامتهای بالاتر و یا به عبارتی در سرعتهای بالاتر برای حد بالستیک، شدت کاهش مقاومت فشاری سرامیک بیشتر بوده و در نتیجه مقدار حد بالستیک بهطور قابل ملاحظهای کاهش مے یابد.

در شکل 7، فرایند نفوذ در هدف سرامیک-آلومینیوم در نرم افزار ال اس داینا شبیهسازی شده که پرتابه و هدف را پس از برخورد نشان میدهد.

در شکل 8، مقدار حد بالستیک مدل اصلاحی، حل عددی، تجرب<u>ی</u> ویلکینز [14] و مدل وودوارد [3] برای سرامیک با ضخامت 4/06 میلی متر و در ضخامتهای مختلف صفحه پشتی آلومینیومی نشان داده شده است.

با توجه به شکل ${\bf 8}$ ، همانطور که دیده میشود در مقایسه روش عددی و روش تحلیلی (مدل اصلاحی)، در ضخامتهای پایین، مقادیر نزدیک هم بوده و با افزایش ضخامت صفحه یشتی آلومینیومی (بیش از 6 میلی متر)، مقدار حد بالستيک مدل اصلاحي از نتايج تجربي ويلکينز [14] بيشتر شده است. مقدار نتايج بالستيک حل عددى با افزايش ضخامت صفحه پشتى افزايش یافته ولی از نتایج مدل اصلاحی کمتر شده و به مقادیر حد بالستیک تجربی $[3]$ نزدیک ζ شده و همخوانی خوبی با نتایج تجربی دارد.

در شكل 9، مقدار حد بالستيک مدل اصلاحي، حل عددي، تجربي ویلکینز [14] و مدل وودوارد [3] برای سرامیک با ضخامت 8/64 میلی متر و

مهندسی مکانیک مدرس، آذر 1394، دوره 15، شماره 9

در ضخامتهای مختلف صفحه پشتی آلومینیومی نشان داده شده است. با توجه به شکل 9،مقادیر حد بالستیک مدل اصلاحی از نتایج حد بالستیک مدل وودوارد [3] کمتر شده که علت آن نیز کاهش مقاموت فشاری سرامیک در مدل اصلاحی جدید می باشد. بنابراین مدل اصلاحی جدید در ضخامتهای پایین سرامیک و صفحه پشتی، دارای همخوانی خوبی با نتایج تجربی ویلکینز [14] می باشد و با افزایش ضخامت سرامیک و ماده پشتی، مقدار حد بالستيک مدل اصلاحي کمتر شده و از نتايج تجربي [14] فاصله مي گيرد.

در جدول 3، مقدارحد بالستیک در ضخامتهای مختلف سرامیک و صفحه آلومینیومی پشتی آورده شده است و خطاهای هر یک از روشهای عددي، مدل اصلاحي در مقايسه با روش تجربي [14]، ارائه شده است.

با توجه به جدول 3، مقادیر حد بالستیک در مدل اصلاحی برای ضخامتهای پایین هدف معمولا از مقادیر حد بالستیک تجربی بیشتر است.

افزایش ضخامت سرامیک در مقایسه با افزایش ضخامت ماده پشتی، تاثیر بیشتری در مقادیر حد بالستیک مدل اصلاحی دارد.

با افزایش ضخامت ماده یشتی و سرامیک، مقادیر حد بالستیک برای مدل اصلاحی در مقایسه با مقادیر حد بالستیک تجربی کمتر شده و علت آن نیز کاهش مقاومت فشاری سرامیک در مدل اصلاحی جدید برای سرعتهای بالا می باشد.

6-نتیجه گیری نهایی

مدل اصلاحی در این مقاله براساس مدل وودوارد بوده و برای پیش بینی نفوذ در اهداف سرامیکی مورد استفاده قرار گرفته است.

نتايج مدل اصلاحي با نتايج تجربي ويلكينز همخواني خوبي دارد. در اين مدل اصلاحي با اعمال سه فاز(فرسايش، قارچي شدن و صلبيت) براي پرتابه و

جدول3 مقايسه مقادير حد بالستيک و خطاى مدلها نسبت به تست تجربى

اصلاح تغییرات نیم زاویه شکست مخروط سرامیکی و همچنین اصلاح مقاومت فشاری سرامیک، نتایج مدل اصلاحی به نتایج تجربی نزدیکتر شده است.

با افزایش سختی سرامیک حد بالستیک افزایش یافته و با اعمال تغییرات مقاومت فشاری سرامیک حد بالستیک کاهش یافته و در ضخامتهای پایین هدف با نتايج تجربي همخواني خوبي دارد.

در بخش عددی در ضخامتهای پایین سرامیک و آلومینیوم، مقادیر حد بالستیک از دو روش تحلیلی و عددی دارای خطای کمتری میباشند.

در ضخامتهای بالای صفحه آلومینیومی، مقادیر حد بالستیک در روش عددی به مقادیر روش تجربی نزدیکتر شده و نسبت به مقادیر روش تحلیلی کمی اختلاف دارد که مربوط به مقاومت فشاری متغیر سرامیک میباشد.

7 -فهرست علائم (J) انرژی جنبشی (J) $E_{\rm K}$ (S) بازه زمانی (S) (mm) (mm) صفحه يشتى (MPa) تنش تسليم (MPa) (gr) جرم (gr $\rm (ms^{-1})$ سرعت \dot{U} سرعت امواج پلاستیک $u_{\rm plas}$ سرعت نفوذ u سرعت نفوذ در پایان فاز اول $U_{\rm phase}$ سرعت ماده پشتی w $\rm (m^2)$ سطح مقطع پرتابه A_0 $\rm (ms^{-2})$ شتاب \ddot{U} ضخامت سرامیک $t_{\rm c}$ ضخامت صفحه پشتی b طول پرتابه در فاز قارچی شدن L_{ERO} طول پرتابه غیر متاثر از امواج پلاستیک $L_{\rm ELAS}$ فرسایش سرامیک x (gr) کاهش جرم در هر بازه زمانی ماکسیمم نیم زاویه مخروط سرامیکی φ_0 مقاومت فشاری اولیه سرامیک Y_{C0} A, B, C, N, ثابتهای مقاومت برای سرامیک در مدل ماده جانسون-هلمكوئيست - M ثابت های خرابی و شکست سرامیک **D**₁, D₂ علايم يوناني

[1] A. Tate.A theory for the decele Phys, Solids, Vol 14, pp. 387-399, 1967.

مہندسی مکانیک مدرس، آذر 1394، دورہ 15، شمارہ 9

358

[www.SID.ir](www.sid.ir)

½YZ°¼Å Á |]MÊ^Z¼ÆÉ|Æ» ÊuÔYµ|»®ËÄWYYÁ¸§ -®Ì»Y¥Y|ÅY{Ä]Zea}¨¿É{|Áʸ̸veÊ]

359

مهندسی مکانیک مدرس، آذر 1394، دوره 15، شماره 9

- [2] AL. Felorence, Interaction of projectiles and composite armour. *Internal Report, US Army*ǢAgust 1969.
- [3] RL. Woodward, A simple one-dimensional approach to modeling ceramic composite armor defeat, Int. *j.* ImpactEng., Vol. 9, No. 4, pp. 455-474, 1990.
- [4] PC. Den Reijer,Impact on ceramic faced armours, PhD thesis, Delft University of Technology, 1991.
- [5] I. S. ChocronBenloulo, J. Rodryquez, V. Sanchez Galvez, A simple analytical model to simulate textile fabric ballistic impact behavior, Textile Res J. Tenative, 1997.
- [6] R. Zaera, V. Sancez-Galvez, Analytical modeling of normal and oblique ballistic impact on ceramic/metal light weight armours*,Int. J. Impact Eng.*ǡVol.21, No.3, pp. 133-148, 1998.
- [7] N. A. Fellows, Development of impact model for ceramic-faced semiinfinite armour*,Int. J. Impact Eng.*ǡVol. 22, pp.793-811, 1999.
- [8] GH. Liaghat, H. ShanazarI, Analysis of perforation of projectile into ceramic composites", Journal of Amirkabir, Vol. 15, No.60/2,pp. 97-109, 2005. (In Persian)

Archive of SID

- [9] S. Feli, ME. AlamiAaleagha, Z. Ahmadi, A new analytical model of normal penetration of projectiles into the light-weight ceramic-metal target, *Int. J. Impact Eng.*, Vol. 37, pp. 561-567, 2010.
- [10] M. Alizadeh, *The effect of conoid ceramic and modifing Felorence's model*ǡ Department of Mechanical Engineering, Imam Hossein University, Tehran, 2012. (In Persian)
- [11] GH. Liaghat, Tahmasebiabdar M., *Experimental and Theoretical Investigation of Perforation Process into Ceramic Targets and Presenting Modified Theory*ǡ Department of Mechanical Engineering, Tarbiat Modares University, Tehran, 2013. (In Persian)
- [12] RL. Woodward, WA., Gooch, RG. Donnell, WJ. Perciball, BJ. Baxter,SD. Pattie, Astudy of fragmentation in the ballistic impact of ceramic, *Int. j. Impact Eng.*, Vol. 23, pp.771-782, 1994.
- [13] X. Zhang, G. Yang, X. Huang, Analytical model of ceramic/metal armor impcted by deformable projectile,Applied Mathematics and Mechanics, Vol. 27, No. 3, pp. 287-294, 2006.
- [14] ML. Wilkins, Mechanics of penetration and perforation,*Int. J. Impact Eng.,* Vol. 16, pp.793-807, 1987.