بررسی تاثیر فاصله توقف بر مورفولوژی و خواص مکانیکی فصل مشترک ۱تصال انفجاری صفحات سه لایه ضخیم AlMg5-Al-Steel

امیراکرامی'، محمدرضا خانزاده قره شیران *^۲، حمید عربی^۳ ۱- عضو هیأت علمی، مرکز تحقیقات مواد پیشرفته، دانشکده مهندسی مواد، واحد نجف آباد، دانشگاه آزاد اسلامی، نجف آباد، اصفهان، ایران

۲- استادیار، مرکز تحقیقات مهندسی پیشرفته، واحد شهرمجلسی، دانشگاه آزاد اسلامی، اصفهان، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشگاه منعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دکتری مهندسی مواد، دانشگاه صنعتی مالک اشتر، تهران، ایران
 ۳- دانشجوی دی دریافت: ۹۲/۱۲/۲۴، تاریخ پذیرش: ۹۳/۱۴/۳۰

چکیدہ

در این مقاله تاثیر پارامتر فاصله توقف بر مورفولوژی و خواص مکانیکی فصل مشتر ک اتصال آلیاژهای AIMg5-Al-Steel مورد بررسی قرار گرفته است. نتایج نشان داده با تغییر فاصله توقف و تغییر میزان انرژی جنبشی مصرفی ناشی از برخوردشکل فصل مشتر کهای حاصله از حالت موجی – مسطح به موجی و موجی گردابه ای تغییر می نماید. با افزایش فاصله توقف به دلیل انتقال انرژی برخوردی بیشتر، در مجاورت گردابه های امواج در فصل مشتر ک آلومینیوم – فولاد مناطق ذوب موضعی تشکیل شده که ترکیب این مناطق براساس ماهیت حرکت چرخشی جت جهنده ترکیبی از عناصر دو صفحه بوده است. این مناطق به دلیل تمرکز تنش، باعث افت خواص استحکامی در فصل مشترک شده اند. نتایج هم چنین نشان داده حد استحکامی کلیه اتصالات در فصل مشترک آلومینیوم به فولاد از حد استاندارد بالاتر بوده است و نمونه ای که فاقد ترکیبات ذوب موضعی و دارای شکل فصل مشتر ک موجی بوده بالاترین استحکام را داشته است.

واژەھاي كليدى:

جو شکاری انفجاری، فاصله توقف، مناطق ذوب موضعی، جت جهنده، انرژی جنبشی برخورد.

۱- مقدمه

سرعت صفحه پرنده، سرعت برخورد، زاویه دینامیکی برخورد، فاصله توقف و نسبت بار انفجاری از متغیرهای اساسی این روش می باشند [۳]. آلیاژهای آلومینیوم حاوی منیزیم در اتصالات سه لایه استفاده می شوند و معمولا با صفحه های واسط از جنس آلومینیوم، تیتانیم، فولاد ضد زنگ و مس به فولادجوشکاری جوشکاری انفجاری یکی از فرایندهای جوشکاری حالت جامد است که با استفاده از نیروی انفجاری، صفحه پرنده به صفحه پایه با سرعت بالایی برخورد نموده و در اثر فشار اعمالی در نقطه برخورد با ایجاد رفتار سیال گونه فلزات و تشکیل جت جهنده در فصل مشترک، اتصالدهی صورت می پذیرد [۱–۳]. شتاب و

فصل مشترک حاصل با صفحه واسط فولاد زنگ نزن در دو سمت موجی شکل گزارش شده و لایه میانی بین فلزی به ضخامت۳۰ μm-۱۰ به دلیل انرژی برخوردی بالا تشکیل شده که در سمت با انرژی برخوردی کمتر این ضخامت کاهش یافته است. ضخامت لایه میانی بین فلزی با تغییر سرعت برخورد در انرژی جنبشی ثابت تغییر نموده است. در سرعت برخورد کم، ضخامت این لایه غیر یکنواخت گزارش شده و علت آن حد پايين شرايط تشكيل جت جهنده ذكر شده است. هم چنين تاثیر تغییرات ضخامت صفحه واسط آلومینیوم ۱۰۵۰ در محدوده ضخامتی ۲–۲/۲ میلی متر بر اتصال سه لایه آلومینیوم ۵۰۸۳ با ضخامت ۵ میلی متر به فولاد SS41 با ضخامت ۹ میلی متر مورد بررسی واقع شده است، درفصل مشترک اتصال آلومینیوم ها در تمامي ضخامتهاي صفحه واسط فصل مشتركي مسطح ايجاد شده است و یک لایه میانی در فصل مشترک صفحه واسط و فولاد تشکیل شده که به صورت موجی بی قاعده بوده است، ضخامت لايه ميانى بين فلزى با افزايش ضخامت صفحه واسط افزايش نشان داده که به دلیل تغییرات انرژی جنبشی مصرفی ناشی از برخورد بوده است. ترکهای داخلی بدلیل ماهیت ترد و تفاوت ضريب انبساط حرارتى مواد در لايه ميانى فصل مشترك ايجاد شده است. بررسی میکروسکوپ الکترونی عبوری دانه های نانو ذره با ساختار کریستالی FeAl₃ را در لایه میانی را نشان داده که با افزایش ضخامت صفحه واسط ضخامت لایه میانی بیشتر شده و استحكام افت نموده است. به همين دليل استفاده از صفحه واسط نازك جهت كاهش ضخامت لايه مياني پيشنهاد شده است[٧]. اکبری موسوی و همکاران [۸] جوشکاری انفجاری سه لایه آلومينيوم ۵۰۸۳ – فولاد دريايي – آلومينيوم ۱۲۵۰ را به كمك ماده منفجره آنفو با سرعت۲۴۸۰ m/s در چیدمان موازی انجام داده اند، نتایج آنها نشان داده با تغییر بار انفجاری و فاصله توقف، شکل امواج فصل مشترک تغییر نموده و با افزایش این متغیرها در مجاورت گردابه امواج ودر فصل مشترک مناطق ذوب موضعی تشکیل شده است. ترکیب این مناطق از نوع FeAl₃ ،FeAl₂ گزارش شده است. نتایج استحکامی نشان داده

انفجاری شده اند. عمده استفاده این آلیاژها درصنایع کشتی سازی است. عرشه کشتی ها از جنس فولاد دریایی بوده و در ناحیه روسازه یا سوپر استراکچر از آلیاژ آلومینیوم سری ۵۰۰۰ و از آلیاژ آلومینیوم سری ۱۰۰۰ نیز به عنوان صفحه واسط استفاده می شود. علت استفاده از آلومینیوم در نواحی سوپر استراکچر آنست که باعث کاهش وزن در ناحیه فوقانی شده و افزایش حرکت و تعادل شناور را منجر می شود. روشهای سنتی اتصالدهى ذوبى بدليل تفاوت درجه حرارت ذوب آلومينيوم (۶۰۰–۷۰۰C) با فولاد (1500-1600C) و هم چنین احتمال ایجاد فازهای ترد بین فلزی ذوبی مناسب نبوده و از روشهای اتصالدهی حالت جامد استفاده می شود. عنصر منیزیم دارای نقطه ذوب کم و فشار بخار بالایی است، در صورت اتصال مستقیم آلیاژ آلومينيوم حاوى اين عنصر به فولاد مشاهده شده حفرات میکروسکوپی و ترک تمایل به ایجاد در بسته های مذابی داشته که درصد منیزیم درآنها افزایش داشته است. با تشکیل مذاب در فصل مشترک، دمای مذاب بالاتر از دمای بخار شدن منیزیم قرار گرفته و پس از انجماد بخشی از منیزیم در فلز مذاب حل شده و باعث شکل گیری رسوبات حاوی عنصر منیزیم همراه با حفرات می شود. مشاهده شده با افزایش درصد منیزیم، سختی لایه مذاب و مناطق نزدیک به فصل مشترک افزایش یافته است که باعث ضعيف شدن و عدم پيوند اتصال شده است. منيزيم حل شده در فلز مذاب، دامنه انجمادی مذاب و زمان انجماد را افزایش می دهد. در نتیجه چقرمگی باند اتصال حالت جامد کاهش یافته و در اثر عبور موج شوک انفجار اتصال به راحتی جدا شده است[۴–۵]. ایزوما و همکاران (۶] اتصال سه لایه آلیاژ آلومینیوم ۵۰۸۳ به ضخامت۳mm ۴ به فولاد زنگ نزن ۳۰۴ را با صفحه واسطی از جنس فولاد زنگ نزن ۳۰۴ باضخامتهای ۱-۱/۱ میلی متر بررسی نموده اند. نتایج نمایانگر ایجاد ترکیبات بین فلزی در فصل مشترک اتصال بوده که ضخامت این لایه با کاهش انرژی جنبشی مصرفی کاهش یافته است. جوش بهینه در این اتصال در محدوده انرژی جنبشی² J/mm کا/۰-۱/۰ گزارش شده که سرعت برخورد در محدوده m/s ۶۷۰ ۳۵۰-۳۵۰ بوده است.

در نسبتهای کم بار انفجاری به دلیل افزایش تغییر شکل پلاستیک در لایه های مجاور فصل مشترک استحکام افزایش نشان داده ودر بار انفجاری زیاد به دلیل افزایش انرژی جوشکاری و ایجاد بسته های ترد بین فلزی در فصل مشترک استحکام افت نموده است. نتایج سختی سنجی نیز نمایانگر افزایش سختی بدلیل عبور امواج شوک انفجار در مناطق مجاور فصل مشترک اتصال بوده است.

دراین پژوهش جوشکاری انفجاری ورقهای ضخیم آلومینیوم ۵۰۸۳ به فولاد AISII515 با لایه واسط آلومینیوم ۱۰۵۰ ضخیم مورد بررسی قرار گرفته و تاثیرات تغییر پارامتر فاصله توقف بر شکل و خواص فصل مشترک ها مورد بررسی قرار گرفته است.

۲- مواد وروشهای آزمون

ورق های آلومینیوم ۵۰۸۳ و ۱۰۵۰ به ترتیب بعنوان صفحات پرنده و واسط، ورق فولادی AISI1515 به عنوان صفحه پایه در نظر گرفته شده است. انتخاب آلیاژ آلومینیوم ۱۰۵۰ به عنوان لایه واسط جهت کاهش ترکیبات بین فلزی در فصل مشترک صورت می گیرد. جهت جوشکاری آلیاژهای AI-Zn-Mg به طور مستقیم به فولاد بدلیل محدوده انجمادی گسترده و چگالی نسبتاً پایین آلیاژ، استفاده از یک لایه واسط از جنس AI خالص

مابین دو آلیاژ جهت ایجاد یک باند اتصالی مناسب پیشنهاد مى شود. اين موضوع بدليل نقطه ذوب بالاتر و دامنه انجمادى نزدیک به صفر و هدایت حرارتی بالاتر فلز Al است که میزان فاز مذاب تشكيل شده در فصل مشترك اتصال آلومينيوم/فولاد را کاهش میدهد[۲]. آلیاژها ابتدا سند بلاست ، زنگ زدایی شده و سپس به ابعاد زیر و به صورت مستطیل شکل برشکاری شدند: ۱– صفحه پایه فولادی به ابعاد طول ۳۰۰ میلی متر، عرض ۲۵۰ میلی متر و ضخامت ۲۰ میلی متر ۲– صفحه واسط آلومینیوم ۱۰۵۰ به ابعاد طول ۳۰۵ میلی متر، عرض ۲۵۵میلی متر و ضخامت ۱۰ میلی متر ۳- صفحه پرنده آلومینیوم ۵۰۸۳ به ابعاد طول ۳۱۰ میلی متر، عرض ۲۶۰ میلیمتر و ضخامت ۷ میلی متر ورقها سیس با سنباده ۶۰۰ ، ۸۰۰ و ۱۲۰۰ سنباده زده شده و پولیش و پرداخت شدند تا کاملا تمیز و عاری از هر گونه آلودگی سطحی باشند. سپس ورقها با محلول CaOH و اتانول ۹۵ درصد یا استون شستشو داده شده و قبل آزمون با آب شسته شده و خشک شدند. خواص مکانیکی و فیزیکی این ورقها در جدول ۱ نشان داده شده است.

سرعت انتشار (m/s)ھے ت)	Hv سختى	(MPa) استحكام تسليم	(kg/m ³)چگالی	مواد
47.4	۱۸۰	400	۷۸۵۰	AISI 1010
4999	٣٠	۱	۲۷۱۰	ΑΑιιδι
۵.٩.	٨٢	٣٢.	799.	AA۵۰۸۳

جدول (۱): خواص مکانیکی و فیزیکی آلیاژهای مورد استفاده

برای انجام آزمونها از ماده منفجره انفو با سرعت انفجار m/s ۲۷۰۰ و چگالد ۹۰۰ kg/m³ با دانه بندی μm ۲۰۰ استفاده شده است. جدول ۲ نمایانگر پارامترهای طراحی شده برای اتصالدهی ورقها است.

نحوه قرار گیری نمونه ها به صورت سیستم آرایش موازی مطابق شکل ۱ بر روی سکوی بتنی با بستری از شن نرم به عنوان لایه بافر بوده است. چاشنی شماره ۸ جهت تحریک مطابق قرار گیری در شکل ۱ استفاده شده است.

ضخامت ماده منفجره (mm)	فاصله توقف مابین صفحه پایه فولادی و صفحه واسط (mm)	فاصله توقف مابین صفحه پرنده و صفحه واسط (mm)	شماره آزمون
۵۰	٨	۱.	١
۵۰	٨	٨	۲
۵۰	۱۰	\$	٣

جدول(۲): پارامترهای آزمونهای طراحی شده



هم چنین فاصله توقف مابین ورقها نیز به کمک فاصله دهنده های مسی با ابعاد مناسب (به ارتفاع فاصله های توقف طراحی شده جدول۲) ایجاد شدند. ماده منفجره مطابق شکل ۳ در داخل یک جعبه چوبی با ابعاد مناسب در بالای ورق پرنده مستقر شد. جهت اطمینان از یکنواختی و عدم وجود از هم گسیختگی، آزمون غیر مخرب ماوراصوت بر اساس استاندارد ASTM م578 [4] روی همه اتصالات انجام شد. پس از بازرسی، از مناطق مورد تایید برای آزمایش های بعدی نمونه برداری انجام شد. برای بررسی چگونگی اتصال و تغییرات ریز ساختاری، آزمونهای متالو گرافی توسط میکروسکوپ نوری بر تمام فصل

دستگاه وایر کات به ابعاد یک سانتی متر در یک سانتی متر در جهت عمود بر جبهه انفجار انتخاب شده و بریده شدند. هر یک از نمونه ها طی مراحل مختلف با استفاده از کاغذ سنباده های شماره ۶۰ تا ۱۲۰۰ سنباده زنی شده و سپس توسط خمیر الماسه پولیش شدند. برای بررسی ریز ساختاری، محلول حکاکی نایتال پولیش شدند. برای بررسی ریز ساختاری، محلول حکاکی نایتال مشتر کهای حاصله با کمک آنالیزهای الکترون بازگشتی مشتر کهای حاصله با کمک آنالیزهای الکترون بازگشتی میکروسکوپ الکترونی روبشی صورت پذیرفت. برای این آزمایش ها از میکروسکوپ الکترونی روبشی مدل VEGA VEGA استفاده شد. برای بررسی و آنالیز ترکیب شیمیایی فازهای موجود در فصل مشترک و توزیع عنصری از آنالیز انرژی پرتو ایکس^۲ موجود در دستگاه میکروسکوپ الکترونی استفاده شد.

برای بررسی استحکام برشی اتصالات، مطابق استاندارد DIN50162 [۱۰] نمونه های استحکام برشی آماده شدند. شماتیک آزمون و نمونه ها در شکل ۲نشان داده شده است. نمونه ای عمود بر جهت انفجار از داخل نمونه های اتصال یافته مطابق استاندارد توسط وایر کات ساخته شد. سپس با دستگاه کشش و قید و بند مخصوصی مطابق شکل ۲ نمونه ها تحت فشار قرار گرفتند. ابتدا مساحت دقیق زائده، اندازه گیری شده و پس از قرار گیری نمونه درقید و بند، فشار با سرعت حرکت فک های فشاری ۱ میلیمتر بر دقیقه بر نمونه وارد شد. تنش شکست بر اساس تقسیم ماکزیم حد نیرو اعمالی بر مساحت زائده گزارش شده است.



شكل (۲): روش و نمونه آزمون استحكام برشي اتصال بر اساس استاندارد DIN50162: (الف): نمونه آزمون، (ب): فيكسچر و نحوه انجام آزمون[۱۰].

۳- نتایج و بحث
۳-ا - بررسی ریزساختاری آزمون شماره یک
شکلهای ۳و ۲ نمایانگر تصاویر متالو گرافی نوری و میکروسکوپ
الکترونی روبشی فصل مشتر ک اتصال مابین آلومینیوم ها است.



شکل (۳): تصویر تهیه شده توسط میکروسکوپ نوری فصل مشترک اتصال آلومینیوم ها ،آزمون شماره یک (آلومینیوم ۱۰۵۰صفحه واسط در بالای تصویر)



آلومينيوم ها آزمون شماره يک(آلومينيوم ۱۰۵۰صفحه واسط در بالای تصوير)

همان طور که شکلهای ۳و ۴نشان می دهند فصل مشتر کی موجی- مسطح در اتصال آلومینیوم ها دراین آزمون ایجاد شده است. شکل ۵نمایانگر تصویر میکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشترک اتصال آلومینیوم صفحه واسط به فولاد (قسمت تیره تر) است.

SEM MAG: 1.00 kk SEM HAG: 1.00 kk SEM HY: 15.00 kV Date(m/dy): 12/17/13 Va: HiVac (الغ)



شکل(۵): (الف): تصویرمیکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشترک اتصال اتصال آلومینیوم صفحه واسط به فولاد آزمون شماره یک (ب): منطقه ذوب موضعی فصل مشترک

همانطور که شکل ۵ نشان می دهد فصل مشترکی موجی-گردابه ای دراین آزمون ایجاد شده است. در برخی مناطق مجاور امواج مناطق کوچک ذوب موضعی نیز مشاهده می شود. نتایج آنالیز عنصری پرتو ایکس از منطقه ذوب موضعی نشان داده شده در شکل۵، در جدول ۳نشان داده شده است.

جدول(۳):درصد عناصر آنالیز پرتو ایکس منطقه ذوب موضعی شکل۵

عنصر	درصد وزنى
Al	80.22
Si	1.89
Fe	17.89

۳–۲– بررسی ریزساختاری آزمون شماره دو شــــکلهای۶و۷ نمایــانگر تصــاویر میکروســکوپ نــوری و میکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشترک اتصال آلومینیوم ها به یکدیگر است.



شکل(۶): تصویر تهیه شده توسط میکروسکوپ نوری فصل مشترک اتصال آلومینیوم ها آزمون شماره دو (آلومینیوم صفحه واسط در بالا)



آلومینیوم ها آزمون شماره دو(آلومینیوم ۱۰۵۰صفحه واسط در بالای تصویر)

همانطور که شکلهای ۶و۷ نشان می دهند فصل مشتر ک موجی کوتاه در اتصال آلومینیوم ها دراین آزمون ایجاد شده است. شکل ۸ نمایانگر تصویر میکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشترک اتصال آلومینیوم صفحه واسط به فولاد (قسمت تیره تر) است.



تعليم المعني عنهم المعني ال المعني المعني المعني المحتروني روبشي فصل مشترك اتصال المعني المعني المعني المعني المعني المعني المعني المعني الم

همانطور که شکل ۸ نشان می دهد فصل مشتر کی موجی درایـن آزمون ایجاد شده و در مناطق مجاور امواج مناطق ذوب موضعی مشاهده نمی شود.

۳-۳- بررسی ریزساختاری آزمون شماره سه شکلهای۹و ۱۰نمایانگر تصویر میکروسکوپ نوری و میکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشترک اتصال آلومینیوم ها است.



شکل(۹): تصویر میکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشتر ک اتصال آلومینیوم ها آزمون شماره سه(آلومینیوم ۱۰۵۰صفحه واسط در بالای تصویر)

همانطور که شکلهای ۹ و ۱۰ نشان می دهند فصل مشترکی موجی کوتاه در اتصال آلومینیوم ها دراین آزمون ایجاد شده است .



شکل(۱۰): تصویر تهیه شده توسط میکروسکوپ نوری فصل مشتر ک اتصال آلومینیوم ها آزمون شماره پنج (آلومینیوم صفحه واسط در بالا)

شکل۱۱ نمایانگر تصویر میکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشترک اتصال آلومینیوم صفحه واسط به فولاد (قسمت تیره تر)





شکل (۱۱): (الف): تصویرمیکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشتر ک اتصال آلومینیوم صفحه واسط به فولاد موضعی آزمون شماره سه (ب): مناطق ذوب موضعی فصل مشتر ک

همانطور که شکل ۱۱نشان می دهد فصل مشتر کی موجی کوتاه - گردابه ای دراین آزمون ایجاد شده است . در برخی مناطق مجاور امواج مناطق کوچک ذوب موضعی نیز مشاهده می شود. نتایج آنالیز عنصری پرتو ایکس از منطقه ذوب موضعی نشان داده شده در شکل۱۱، درجدول۴مشاهده می شود.

جدول(۴): درصد عناصر آنالیز پرتو ایکس منطقه ذوب موضعی شکل ۱۱

عنصر	درصد وزني
Mg	0.00
Al	68.90
Cr	0.09
Fe	30.47
Ni	0.54

۳-٤- تحلیل ریز ساختار فصل مشتر ک آزمون شماره یک همانطور که در شکلهای ۳ و۴ مشاهده می شود فصل مشتر کی همانطور که در شکلهای ۳ و۴ مشاهده می شود فصل مشتر کی موجی – مسطح مابین آلومینیوم ها ایجاد شده است. ایجاد این نوع فصل مشتر ک به دلیل فاصله توقف بالا و بازگشت امواج شوکی در فصل مشتر کاتصال توجیه می شود. به دلیل بالابودن فاصله توقف به موج شوک انفجار مورت پذیرفته و موجهای بازگشتی غیر همفاز بوده و اثر متقابل آنها موج مسطح شده ایجاد نموده است [۱۱].

فصل مشتر ک اتصال آلومینیوم به فولاد مطابق شکل ۵به دلیل اختلاف چگالی دو آلیاژ موجی گردابه ای نامتقارن است. هم چنین به دلیل بالا بودن فاصله توقف (جدول ۲) مابین صفحات آلومینیومی و سرعت برخورد بیشتر صفحه پرنده ، انرژی جنبشی برخوردی بیشتری به فصل مشتر ک دوم انتقال یافته و باعث ایجاد فصل مشتر کی موجی شکل گردابه ای شده است. در جوشکاری انفجاری دو فصل مشتر ک فلز به فلز و فلز به مذاب انجماد یافته می تواند در فصل مشتر ک حاصل شود. در کنار یک سرعت حداقل صفحه پرنده، یک مقدار حداقل انرژی جنبشی برخوردی برای اتصال دهی وجود دارد، در اثر برخورد صفحه پرنده، انرژی جنبشی مصرفی به انرژی پتانسیل تبدیل شده و منجر به تغییر شکل سطوح برخوردی می شود. اگر مقدار تغییر

شکل پلاستیک کافی نباشد موجهای کوتاه ایجاد شده و منطقه ذوب موضعي پديدار نمي شود. با افزايش انرژي جنبشي برخوردي تغيير شكل شديد در زير و تاج موج ايجاد مي شـود و در نتیجه فشارهای برخوردی بالا، گردابه ها می توانند در فصل مشترک اتصال ایجاد شوند و ایـن گردابـه هـا ممکـن اسـت در برخى مناطق فصل مشترك ايجاد مناطق ذوب موضعي نماينـد. این مناطق توسط حرارت داخلی ایجاد شده بر اساس فشار بالای ناشی از امواج شوکی انفجار و تغییر شکل پلاستیکی شدید و ایجاد گرمای بی دررو در اثر گیر افتادن گردابه در جلوی جبهه برخی امواج در اثر استحاله انرژی جنبشی به انرژی حرارتی در طول برخورد و یا حرارت آدیاباتیک ناشی از گازهای محبوس ما بین صفحات می تواند ایجاد شده باشد. این مناطق موضعی با فلز سرد اطراف احاطه شده و تحت سرعت سرد شدن بالايي در حد K/s - ۱۰[°] K/s قرار دارند[۱۲]. این مناطق کوچک در مجاورت گردابه امواج شکلهای ۵ و ۱۱مشاهده می شوند. با افزایش فاصله توقف و یا میزان بار انفجاری به دلیل افزایش فشار و انرژی برخورد و دمای ناشی از آن، میزان این مناطق در فصل مشترک خصوصا در مجاورت گردابه موج ها افزایش می یابـد. از آنجایی که به دلیل تفاوت در چگالی و سرعت اشاعه موج در دو فلز، شکل امواج دارای تقارن کامل نمی باشد و هم چنین ضريب هدايت حرارتي فولادكمتر از ضريب هدايت حرارتي آلومینیوم است، در هنگام سردشدن این ترکیبات در یک سمت امواج متمركزو به جهت انتقال حرارت بيشتر در سمت فولاد مطابق شکلهای ۵ و ۱۱ مشاهده شده اند. آنالیز EDS نیز برای نمونه از داخل منطقه نشان داده شده مربوط به جلوى گردابه هاي ايجاد شده صورت پذيرفت. كه اين مناطق و نتايج اين آناليزها در جداول ۳ و ۴مشاهده می شوند. نتایج این آنالیزها نمایانگر ایجاد ترکیبی مخلوط در این مناطق موضعی از دو آلیاژ، بر اساس حرکت تلاطمی و چرخشی جت گیر افتادہ تشکیل شدہ از هر دو صفحه پایه و پرنده در این مناطق می باشد. تشکیل جت جهنده از هر دو صفحه پایه و پرنده و حرکت چرخشی آن توسط محققین دیگرنیز مشاهده شده است[۱۴-۱۴]. برای

تر کیبات غیر هم جنس بر اساس انعکاس جت از صفحه با چگالی کمتر، فشار به طور عمده روی صفحه با چگالی بالاتر اعمال می شود و در نتیجه گردابه تشکیل شده در عقب موج بیشتر حاوی مواد صفحه پرنده و گردابه تشکیل شده در جلوی امواج بیشترحاوی مواد صفحه پایه خواهد بود[11]. براین اساس، ملاحظه می شود که مقادیر عناصر صفحه پایه فولادی نظیر آهن در داخل مناطق گردابه ای جلوی امواج حضور دارند. هم چنین نتایج نشان می دهد که آنالیز این ترکیبات در جلوی امواج مختلف با تغییر پارامترهای جوشکاری، تغییر نموده و غیر همگن می باشد که با مقایسه ترکیب آنالیز جدول های ۳ و۴ مشخص می باشد. براساس ترکیب آنالیز عنصری و بالا بودن درصد می باشد. براساس ترکیب آنالیز عنصری و بالا بودن درصد می باشد. از نوع FeAl است[16].

۳-۵- تحلیل ریز ساختاری فصل مشتر ک آزمون شماره دو شکلهای۶ تا ۸ نمایانگر ایجاد فصل مشتر ک موجی در هر دو فصل مشتر ک آلومینیوم ها و آلومینیوم به فولاد است. با کاهش فاصله توقف مابین آلومینیوم ها (جدول ۲)و کاهش سرعت حرکت صفحه پرنده و انرژی جنبشی برخوردی انتقال یافته به فصل مشتر ک آلومینیوم –فولاد، فصل مشتر کی موجی شکل بدون مناطق ذوب موضعی و گردابه ای ایجاد شده است.

۳- ۲- تحلیل ریز ساختاری فصل مشترک آزمون شـماره سه

شکلهای ۹ تا ۱۱ نمایانگر ایجاد فصل مشتر ک موجی و موجی گردابه ای به ترتیب در فصل مشتر ک آلومینیوم ها و آلومینیوم به فولاد است. به دلیل کاهش فاصله توقف مابین آلومینیوم ها (جدول ۲)، فصل مشتر ک به سمت حالت مسطح میل نموده است. با کاهش انرژی جنبشی بر خوردی انتقال یافته به فصل مشتر ک فولاد-آلومینیوم ناشی از کاهش فاصله توقف مابین آلومینیوم ها، دامنه امواج نسبت به آزمونهای دیگر که با مقایسه شکلهای ۵، ۸ و ۱۱مشخص است، کاهش نشان می دهد، اما به دلیل بالا بودن فاصله توقف مابین آلومینیوم و فولاد فصل

مشترک گردابه ای با مناطق ذوب موضعی کوچک در مجاورت گردابه امواج تشکیل شده است .

۳–۷– نتایج بررسی استحکام فصل مشترک آلومینیوم به فولاد جدول۵ نمایانگر نتایج آزمونهای استحکامی فصل مشترک آلومینیوم به فولاد است.

جدول(۵): نتایج آزمون استحکام برشی فصل مشترک اتصال آلومینیوم صفحه

واسط به فولاد		
استحکام (MPa)	آزمون	
٧١	يک	
٧٣	دو	
۶٩	سە	

استحکام برشی فصل مشترکهای اتصالات در هر سه آزمون از حد استحکامی استاندارد بر طبق استاندارد نظامی به شماره Al/steel که حد استحکام برشی استاندارد اتصال Al/steel را MPA ۵۶ معرفی نموده، بالاتر بوده و اتصال مناسبی را ایجاد نموده است[۱۶].

ایجاد فصل مشتر کی موجی شکل بدون ترکیبات بین فلزی و مناطق ذوب موضعی در آزمون شماره دو که در شکل ۸ مشاهده می شود باعث ایجاد ماکزیمم استحکام در بین آزمونهای دیگر شده است. ایجاد ترکیبات بین فلزی ترد و مناطق ذوب موضعی در مجاورت گردابه امواج آزمون شماره یک مطابق شکل ۵ به عنوان مناطق تمرکز تنش، ایجاد گردابه امواج تیز و تمرکز تنش در راس گردابه ها باعث افت استحکام این آزمون نسبت به آزمون شماره دو شده است. وجود ترکیبات بین فلزی و ذوب موضعی در مجاورت گردابه امواج آزمون شماره سه مطابق شکل ۱۱ و کوتاه شدن دامنه امواج ناشی از کاهش انرژی جنبشی برخوردی انتقالی ناشی از کاهش فاصله توقف آلومینیوم ها که با مقایسه شکلهای ۵، ۸ و ۱۱مشخص است، باعث کمتر بودن Alloy/Titanium/Steel", Transactions of the Japan Welding Society, Vol. 17, No. 2, pp. 110-116, 1986.

- [6] T. Izuma, K Hokamoto, M Fujita & M. Aoyagi "Single-shot explosive welding of hard-to-weld A5083/SUS304 clad using SUS304 intermediate plate", Welding International, Vol. 6, pp. 941-946, 1992.
- [7] J. Hyun Han, J. Pyoung Ahn & M. Chul Shin, "Effect of interlayer thickness on shear deformation behavior of AA5083 aluminum alloy/SS41 steel plates manufactured by explosive welding", of material science, Vol. 38 ,pp. 13– 18, 2003.

- [9] ASTM A578, "Standard Specification for Straight-Beam Ultrasonic Examination of Rolled Steel Plates for Special Applications", 2012.
- [10] DIN 50162, "Testing of clad steels; determination of shear strength between cladding metal and parent metal in shear test", 1978.
- [11] [B. Crossland, "Explosive welding of metals and its application", Clarendon press, Oxford, 1982.
- [12] [S. A. A. Akbari Mousaviand & P. FarhadiSartangi, "Experimental investigation of explosive welding of cp-titanium/AISI 304 stainless steel", Materials and Design, Vol. 30, pp. 459-468, 2009.
- [13]S. A. A. Akbari Mousavi & S. T. S Al-Hassani "Numerical and experimental studies of mechanism of wavy interface formations in explosive/impact welding", Journal of the Mechanics and Physics of Solids, Vol. 53, pp. 2501-2528, 2005.
- [14]S. A. A. Akbari Mousavi & S. T. S. Al-Hassani, W. Byers Brown & S. J. Burley, "Simulation of explosive welding with ANFO mixtures", Propellants, Explosives, Pyrotechnics, Vol. 29, pp. 188–196, 2004.
- [15]L. Tricarico & R. Spina, "Effects of heat treatments on mechanical properties of Fe/Al

فصل مشترکی موجی و فاقد ترکیبات بین فلزی (شکل ۸) با استحکام بالاتر به عنوان آزمون با استحکام مناسب تر معرفی می شود.

٥- مراجع

- [1] ASM Committee on Explosion welding; "Explosion Welding", 1983.
- [2] T. Z Blazynski, "Explosive Welding, Forming and Compaction", Applide Science publisher, London, 1983.
- [3] R. A. Patterson, "Fundamentals of Exolosion Welding", Los Alamos National. Laboratory., USA, 1985.
- [4] Samardzic, B. Matesa & I. Kladaric, "The influence of heat treatment on properties of threemetal explosion joint: AlMg-Al-steel", Metabk, Vol. 50, pp. 159-162, 2011.
- [5] Tatsukawa, "Interfacial phenomena in Explosive Welding of Al-Mg Alloy/Steeland Al-Mg

[16] Military standard number J-24445A, "Military specification for joint, bimetallic, bonded aluminum to steel", 1995. explosion-welded structural transition joints", Material and Design, Vol. 30, pp. 2693–2700, 2009.

٦- پی نوشت

[1] Izuma

[2] EDS