

Journal of Welding Science and Technology of Iran jwsti.iut.ac.ir

Volume 7, Number 2, 2022



Investigation of the effect of explosive welding variables on the corrosion behavior of the joint of two explosive layers of 5000 series aluminumcopper sheets

H. Nikbakht¹, M.R. Khanzadeh^{2*}, H. Bakhtiari³

1- Department of Materials Engineering, Shahreza Branch, Islamic Azad University, Shahreza, Iran

2- Department of Materials Engineering, Majlesi Branch, Islamic Azad University, Isfahan, Iran.

3- Materials and Energy Research Center, Faculty of Materials, Karaj, Iran.

Received 12 August 2021 ; Accepted 23 September 2021

Abstract

In the present study, the corrosion behavior and microstructural changes of 5000 series aluminum and copper sheets after the explosive welding process have been investigated. Explosive welding is performed with a standoff distance and change of explosive load. Dynamic potential polarization tests and electrochemical impedance spectroscopy, light microscopy, and scanning electron microscopy were used. The results of TOEFL polarization curves show that the lowest corrosion velocity was related to the sample with an explosive load of 1.5 and the highest corrosion velocity was related to the sample with an explosive load of 2.5. The corrosion resistance of a sample with an explosive load of 2.5 is less than that of a sample with an explosive load of 1.5 due to more severe plastic deformation at the joint. The metallographic results show a wave-vortexing of the joint due to the increase in the explosive charge. The results of the impedance test in welded samples showed that the value of n (experimental power parameter) decreased with wave-vortexing of the joint and the sample with 2.5 explosive load had the highest corrosion rate. Based on the results of scanning electron microscopy, it was observed that with an increasing explosive charge, the thickness of the local melting layer gradually increases.

Keywords: Explosive welding, explosive ratio, severe plastic deformation, vortex.. Corresponding Author: <u>khanzadeh@iaumajlesi.ac.ir</u>



۲- گروه مهندسی مواد، واحد شهر صا، دانشگاه آزاد اسلامی، اصفهان، ایران
 8- پژوهشگاه مواد و انرژی، دانشکده مواد و سرامیک، کرچ، ایران

دريافت مقاله: 1400/05/21 ؛ پذيرش مقاله: 1400/07/01

چکیدہ

در تحقیق حاضر به بررسی رفتار خوردگی و تغییرات ریزساختاری ورقهای آلومینیوم سری 5000 و مس پس از فرایند جوشکاری انفجاری پرداخته شده است. از آزمون های پلاریزاسیون پتانسیو پتانسیو دن زمانیک و طیف نگاری امپدانس الکترو شیمیایی، میکرو سکوپ نوری و میکرو سکوپ الکترون روبشی استفاده شد. نتایج منحنی های پلاریزاسیون پتانسیو دنیامیک و طیف نگاری امپدانس الکترو شیمیایی، میکرو سکوپ نوری و میکرو سکوپ الکترون روبشی استفاده شد. نتایج منحنی های پلاریزاسیون پتانسیو دنیامیک و طیف نگاری امپدانس الکترو شیمیایی، میکرو سکوپ نوری و میکرو سکوپ الکترون روبشی استفاده شد. نتایج منحنی های پلاریزاسیون تافل نشان داده، کمترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 1/1 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/2 و برده است. مقاومت به خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/1 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/2 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/2 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/1 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/2 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/1 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 5/2 و برده است. مقاومت به خوردگی نمونه با بار انفجاری 5/2 کمتر از نمونه با بار انفجاری 5/1 شده است که دلیل آن تغییر شکل پلاستیکی شدی ترون امپدانس در نفل مشترک است که دلیل آن تغییر شکل پلاستیکی شدی ترون امپدانس در نمونههای جوش شده نمان داده با موجی – گردابهای شدن فصل مشترک در اثر افزایش بار انفجاری و دونه و نمونه و نمونه از با بار انفجاری 5/2 بیشترین میزان خوردگی را داشته است. براساس نتایج حاصل از میکرو سکوپ الکترون روبشی مشاهده شد که با افزایش بار انفجاری، به تدریج ضخام دوش مشاده مند که با افزایش می باد.

کلمات کلیدی: جوشکاری انفجاری، بار انفجاری، تغییر شکل پلاستیکی شدید، گردابه.

🐼 * نويسنده مسئول، پست الکترونيکي: <u>khanzadeh@iaumajlesi.ac.ir</u>

1- مقدمه

جوشکاری انفجاری روشی است که در آن از انرژی کنترلشده یک ماده منفجره استفاده می شود تا سطوح جوش شونده که نسبت به هم در فاصله توقف معینی قرارگرفتهاند با سرعت بالایی به یکدیگر نزدیک شده و به هم برخورد کنند. در اثر

برخورد دو سطح به یکدیگر، یک میدان خمیری موضعی در فصل مشترک اتصال ایجاد می شود که با اشتراکگذاری الکترونها یک باند با پیوند متالورژیکی بین اجزا جوش شونده ایجاد می شود. در اثر فشار برخوردی بالا یک جت با سرعت بالا از دو سطح اتصال تشکیل می شود که موجب ایجاد سطوح

اتصالی تمیز در فصل مشترک جوشکاری و حذف آلودگیهای سطحی میشود. تشکیل این جت از شرایط اساسی ایجاد پیوند مناسب در جوشکاری انفجاری است. این فرایند جوشکاری با اهمیت غیر ذوبی بوده و از کاربردهای صنعتی آن میتوان به اتصال دهی و روکش دهی فلزات همجنس و غیر همجنس متنوع بهصورت دو یا چندلایه اشاره نمود. به دلیل عدم حرارت دهی در طول این فرایند، جوشهای انجامشده با این روش بسیاری از خصوصیات منفی قطعات اتصال یافته با فرایندهای جوشکاری ذوبی، نورد گرم یا آهنگری گرم شده را دارا نمى باشند [2-1]. تحقيقاتى در زمينه اتصالات انفجارى مس به آلومینیوم انجامشده که به برخی از آنها اشاره می شود: هنرپیشه و همکاران در بررسی اتصال انفجاری مس به آلومینیوم نشان دادند که مقاومت و استحکام کششی و سختی میکروسکوپی نمونههای با افزایش تعداد گذرها افزایش مییابد، در حالیکه انعطاف یذیری آن ها کاهش می یابد. آن ها همچنین در تحقیقی دیگر نشان دادند که وجود ترکیبات ترد باعث ایجاد ترکهای ريز و ترد شدن اتصال مي شود [4-3]. گولنج تأثير تغييرات بار انفجاری بر اتصال مس – آلومینیوم را بررسی نموده است. نتایج او نشان داد که شکل فصل مشترک اتصال با افزایش این متغیر از حالت خطی به حالت موجی با افزایش دامنه و طول امواج فصل مشترک تغییر نموده است، همچنین سختی در مجاورت فصل مشترک و سطوح خارجی صفحات در اثر برخورد افزایش نشان داده است [5]. تاج یار و همکاران هم در اتصال انفجاری لولههای مسی به آلومینیومی نشان دادند که هسته زدایی و انتشار میکرو ترکها در طول انجام فرایند افزایش یافته و باعث كاهش استحكام برشي أنها مي شوند [6].

تحقیقات بسیار محدودی در زمینه خوردگی اتصالات انفجاری انجام شده که در ادامه به برخی از آنها اشاره می شود: نتایج خانزاده و همکاران [7] در بررسی تأثیر فاصله توقف بر رفتار خوردگی اتصال انفجاری ورقهای فولاد زنگ نزن304 فولاد کربنی 25 CK در محیط دریایی نشان داد که مناطق ذوب موضعی منجمد شده و افزایش انرژی جنبشی برخورد در نمونه بافاصله توقف بیشتر باعث افزایش سرعت خوردگی شده است.

کتگکالا [8] تأثیر ترکیبات بین فلزی بر رفتار خوردگی اتصالات سه لایه انفجاری آلومینیوم *افو*لاد در صنایع نظامی را موردبررسی قرار داد. نتایج نشان داده تشکیل ترکیبات بین فلزی موردبررسی قرار داد. نتایج نشان داده تشکیل ترکیبات بین فلزی ایچاد حالت کاتدی نسبت به آلومینیوم و حالت آندی نسبت به فولاد شده است. درنتیجه حمله خوردگی ترجیحی در نزدیک مرز آلومینیوم و ترکیبات بین فلزی رخداده است.

موداليو همكاران [9] خوردگي اتصال انفجاري تيتانيم، فولاد زنگنزن 304 را بررسی نمودهاند. نتایج آنها نشان داده که استحکام خمشی اتصال در محیط اسید نیتریک در حد استاندارد بوده و حمله خوردگی بیشتر در فصل مشترک اتصال متمرکز بوده است. آکاریر [10]خوردگی اتصال انفجاری آلومینیوم به مس را بررسی نموده است. نتایج نشان داده که خوردگی گالوانیک در اتصال رخداده و سمت آلومینیومی اتصال حالت آندی بیشتری براساس الکترونگاتیو بالا داشته و نسبت به سمت مسی بیشتر خورده شده است. کهرمان و همکاران [11] خوردگی اتصال انفجاری تیتانیم به فولاد زنگ نزن را بررسی نمودهاند نتایج نشان داده در محیط خورنده با افزایش مقدار بار انفجاری، جرم صفحات اتصال یافته به دلیل تغییر شکل پلاستیکی شدیدتر و تشکیل لایه اکسیدی بر روی سطح افزایش یافته است. سویی و همکاران [12] مقایسه رفتار خوردگی اتصال انفجاری لولههای مس به فولاد زنگ نزن را بررسی نمودند. نتایج آنها نشان داده در جوشکاری ذوبی مقاومت به خوردگی اتصال غیریکنواخت تر بوده که علت آن ناهمگونیهای شیمیایی ناشی از ریز جدایش و ایجاد فازهای مخرب ثانویه و تجمع آنها در اتصال ذوبی بوده که باعث جلوگیری از شکلگیری یکلایه پسیو پایدار شده است. اتصالات غیر همجنس بین فولادهای زنگ نزن آستینتی و فولادهای کربنی به شکل گستردهای در دستگاههای انتقال انرژی با دمای بالا مورد استفاده قرار میگیرد. علاوه براین، اتصالات غیرهمجنس در خطوط لوله بخار، راکتورهای هستهای و صنایع پتروشیمی به شکل وسیعی کاربرد دارند.

در این مطالعه اتصال غیر همجنس بین ورق.های آلومینیوم سری

5000 - مس به روش جوشکاری انفجاری با تغییر میزان فاصله توقف انجامگرفته و ریزساختار، تغییرات سختی در فصل مشترک موردبررسی قرارگرفته است. خواص خوردگی، در ناحیه اتصال در محلولNaCl 3/5% موردبررسی قرارگرفته و ارتباط مابین ریزساختار و سختی فصل مشترک با خواص خوردگی مورد تحلیل واقعشده است.

> 2- مواد و روش،ها 2-1- انتخاب مواد

در این تحقیق از ورق های آلومینیوم سری 5000 با ابعاد 260×260 میلیمتر، ضخامت 5 میلیمتر و مس با ابعاد 230×230 میلیمتر و ضخامت 7 میلیمتر استفاده شده است. ترکیب شیمیایی این فلزات به روش اسپکترومتری نشری توسط دستگاه WAS به دست آمده و در جدول های (1و2) نشان داده شده است.

جدول 1- ترکیب شیمیایی برای آلومینیوم سری 5000 (برحسب درصد وزنی)

%0	r %Cu	%Fe	%Mg	%Mn	%Si	Zn%
۰/۱	۰/۲	٠/٧٢	•/٩	• / • ۳٨	• /٣٣	• / ٣ ١

جدول 2- ترکیب شیمیایی برای مس (برحسب درصد وزنی)

Sn%	Pb%	P%	Zn%
• /97	•/•18٣	•/•٨٩٢	•/119

2-2- انتخاب روش جوشکاری

در این مطالعه اتصال غیر هم جنس بین آلومینیوم سری 5000 و مس به روش جوشکاری انفجاری انجام گرفته است. شکل (1) نحوه تنظیم اولیه صفحات جهت انجام جوشکاری انفجاری را نشان داده است. ماده منفجره از نوع آماتول 10-90 با ترکیب تری نیترو تولوئن 10 درصد و نیترات آمونیم 90 درصد با سرعت 2004 متر بر ثانیه بوده است. چگالی مواد مورداستفاده 20/85 گرم بر سانتی متر مکعب با دانهبندی 200 میکرون بوده که در داخل یک جعبه چوبی با ابعاد مناسب در بالای ورق پرنده

مستقر گردیدند. قبل از انجام جوشکاری نیز سطوح کلیه ورقها با محلول استون مورد تمیزکاری قرار گرفتند. دو ورق بهصورت کاملاً موازی و هم محور نسبت به یکدیگر تحت فواصل توقف قرار داده شدهاند، ورق مس بالا بهعنوان صفحه پرنده و ورق آلومینیوم سری 5000 بهعنوان صفحه پایه و فاصله توقف مابین ورقها نیز به کمک فاصله دهندههای مسی با ابعاد مناسب ایجادشده است. سرعت مواد انفجاری توسط سرعتسنج با سیستم فیبر نوری اندازه گیری شده است.

جدول (3) نمایانگر خصوصیات آزمونها است. در این تحقیق نسبت فاصله توقف ثابت و بار انفجاری به عنوان متغیر اصلی در نظر گرفته شده است. در طراحی آزمونها فاصله توقف متناسب با نیم تا یک برابر ضخامت صفحه پرنده انتخاب شده است. هم چنین سرعت ماده منفجره کمتر از سرعت انتشار صوت در فلزات مورد اتصال انتخاب شده است.

جدول 3- خصوصيات آزمونهاي جوشكاري انفجاري.

بار انفجاری	سرعت انفجار (m/s)	ماده منفجره	فاصله توقف (mm)	نمونه
١/۵	10.4	آماتول	۲/۵	١
۲	10.4	آماتول	۲/۵	۲
۲/۵	10.4	آماتول	۲/۵	٣

2-3- آزمون های بررسی ریزساختاری 2-3-1- آزمون میکروسکوپ نوری

نمونههایی با ابعاد 10 × 10 میلیمتر تهیه شدند. به منظور آماده سازی نمونه ها برای متالوگرافی ابتدا سطح نمونه ها توسط کاغذ سنباده شماره 60 تا 2500 سنباده زنی شده است. پس از رفع خطوط و ناهمواری های سطحی، به وسیله دستگاه و توسط نمد و با استفاده از محلول اکسید آلومینیوم پولیش زده شدند. پس از پولیش سطح نمونه ها با الکل شسته و خشک شدند و بعد توسط محلول و بعد توسط محلول گلیسیرژیا (گلیسرین +اسید نیتریک + اسید کلریدریک) حکاکی شیمیایی شدند.

2-3-2- آزمون میکروسکوپ الکترونی روبشی مدل در این تحقیق از میکروسکوپ الکترونی روبشی مدل VEGA\\TESCAN-LMU جهت بررسی شکل لایه نفوذی و ترکهای موجود استفاده شده است. همچنین از آنالیز EDS برای بررسی دقیق و شناسایی عناصر موجود ترکیبات و میزان آنها در فصل مشترک استفاده شده است.

جدول 4- پارامترهای الکتروشیمیایی حاصل از منحنیهای پلاریزاسیون پتانسیودینامیک حاصل از جوش در محلول% NaCl 3,5 در دمای محیط

$egin{array}{c} eta_{ m c} \ ({ m mV}{ m dec}^{-1}) \end{array}$	E _{corr} (mV)	i _{corr} (μA cm ⁻²)	$egin{aligned} eta_{a} \ (mVdec^{-1}) \end{aligned}$	نمونه
۲۱.	_YT .	11/57	١٠٩	١
۲۸۹	_YoA	۲/۷۱	۱.۳	۲
227	-2772	۳٦/٣	155	٣

2-4- آزمون الكتروشيميايي

بهمنظور بررسی رفتار خوردگی قطعات جوش انفجاری شده در محلول/NaCl 3/5 از یک پیل الکتروشیمیایی سه الکترودی ب ظرفیت mL 500 برای آزمایش ها پلاریزاسیون و طیفنگاری امپدانس الکتروشیمیایی (EIS) استفاده شد. از الکترود کالومل فوق اشباع (SCE) بهعنوان الكترود مرجع و الكترود پلاتـين بـ منظـور الكتـرود كمكـي اسـتفاده شـد. همـه أزمـايشهـا الكتروشيميايي با استفاده از دستگاه EG&G مدل M1025 ساخت کشور آمریکا و با نرمافزار Power suit 2.20.0 انجام شد. آزمایش، پلاریزاسیون پتانسیوداینامیک با نےرخ روبے ش 1 mV/s از پتانسيل ابتدایی mV - 250 بايين تر از پتانسيل مدارباز تا پتانسیل نهایی 250 mV بالاتر از پتانسیل مدارباز جهت تعيين پتانسيل و جريان خوردگی انجام شد (ASTM G59-97). آزمایش طیف نگاری امپدانس الكتروشيميايي (EIS) در محدوده فركانس KHz تا 10 mHz و با دامنه 10 mV حول يتانسيل مدارباز با استفاده از دستگاه EG&G مدل M1025 ساخت کشور آمریکا انجام شد. از نرمافزار ZSimpWin 3.22 بهمنظور تحليل نتايج EIS استفاده

شد. مدتزمان رسیدن به حالت پایدار 90 دقیقه است (ASTM G106).



شكل 1- نحوى تنظيم اوليه صفحات جهت انجام جوشكاري.

3- نتايج و بحث

3-1- بررسی ریزساختار نمونه ها توسط میکروسکوپ نوری تصاویر موجهای ایجادشده در راستای طولی اتصال در شکل (2) نشان داده شده است. همان طور که مشاهده می شود فصل مشترک اتصال در تمامی نمونه ها به صورت موجی کوتاه است. در نمونه ها با بار انفجاری 2 و 2/5، لایه ذوب موضعی در فصل مشترک دو فلز و به ترتیب باضخامت 9 و 41 میکرومتر دیده می شود.

با افزایش فاصله توقف، سرعت صفحه پرنده بیشتر شده و تغییر شکل پلاستیک بیشتری در فصل مشترک اتصال اتفاق افتاده است همچنین انرژی جنبشی نیز افزایشیافته و ضخامت لایه ذوبی نمونه با بار انفجاری 2/5 نسبت به نمونه با بار انفجاری 1/5 بافاصله توقف 2 میلیمتر، بیشتر شده است. قسمتی از انرژی جنبشی مصرفی در فصل مشترک به انرژی پتانسیل تبدیل شده و باعث میشود که ورقها در طول سطح برخورد تغییر شکل داده، با افزایش انرژی جنبشی مصرفی، تغییر شکل پلاستیکی بیشتری در فصل مشترک ایجادشده و با این افزایش، رفتار ماده به سیالیت بیشتری میل نموده که درنهایت منجر به ایجاد موجهایی با طولموج و دامنه بیشتر در فصل مشترک شده



شكل 2- تصوير ميكروسكوپ نوري نمايانگرفصل مشترك اتصال: الف- نمونه اول ب- نمونه دوم ج- نمونه سوم



شکل 3- تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی نمایانگرفصل مشترک اتصال نمونه با فاصله توقف 2/5 میلیمتر و بار انفجاری 1/5: الف- منطقه A ب- منطقه B

خانزاده و لوریو نیز در تحقیقات خود نشان دادند که با افزایش فاصله توقف و ضخامت بار انفجاری سرعت صفحه پرنده بیشتر شده و در اثر تغییر شکل پلاستیکی، فصل مشترک موجیتر میشود [13-14].

3-2- بررسی ریزساختار نمونه ها توسط میکروسکوپ الکترونی روبشی شکلهای (3تا7) تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی فصل مشترک نمونه ها با بار انفجاری مختلف را نشان میدهد.

مطابق تصاویر نشان داده شده فصل مشترکی موجی -کوتاه در این آزمون ها ایجاد شده است. با توجه به تصاویر ضخامت لایه ذوبی در فصل مشترک با افزایش بار انفجاری از 1/5 تا 2/5 به ترتیب از 10 تا 40 میکرومتر افزایش مییابد و این نشان دهنده این است که با افزایش بار انفجاری، ضخامت لایه ذوبی در فصل مشترک افزایش مییابد. در شکلهای (4،5و 7) نیز آنالیز عنصری با پرتوایکس ترکیبات موجود در فصل مشترک نشان داده شده است. ترکیبات ساختار بین فلزی در نمونه با بار انفجاری 1/5 شامل 86/92 در صد اتمی آلومینیوم و 7/60 در صد



شكل 4- أناليز EDS از تركيبات بين فلزى مشخص شده نمونه در شكل 3- الف- منطقه A، ب- منطقه B.

مشابه خود در جوشکاری انفجاری نشان دادند که با افزایش فاصله توقف، دما در محل برخورد بسیار افزایش یافته است و باعث نزدیک شدن دمای محل برخورد به دمای نقطه ذوب فلزات و نهایتا گردابههای مذاب شده است و با انجماد گردابههای مذاب لایههای بین فلزی افزایش یافته و ضخامت لایه ترکیبات بین فلزی فصل مشترک اتصال نیز افزایش یافته است. تغییر در شرایط برخوردی خصوصا تغییر در زاویه دینامیکی برخورد بوده که باعث تغییر شرایط فصل مشترک و شکل آن شده است [16-14].

در اثر برخورد صفحه پرنده، انرژی جنبشی مصرفی به انرژی پتانسیل تبدیلشده و منجر به تغییر شکل سطوح برخوردی شده است. اگر مقدار تغییر شکل پلاستیک کافی نباشد، موجهای کوتاه ایجادشده و منطقه ذوب موضعی پدیدار نمیشود. با اتمی مس، در نمونه با بار انفجاری 2 شامل 89/01 درصد اتمی آلومینیوم و 6/79 درصد اتمی مس و در نمونه با بار انفجاری 2/5 شامل 45/74 درصد اتمی آلومینیوم و 54/26 درصد اتمی مس است. نتایج این آنالیزها نمایانگر ایجاد ترکیبی در مناطق موضعی از آلیاژ، بوده است. برای ترکیبات غیر همجنس بر اساس انعکاس جت از صفحه با چگالی کمتر، فشار بهطور عمده روی صفحه با چگالی بالاتر اعمالشده و درنتیجه گردابه تشکیل شده در عقب موج بیشتر حاوی مواد صفحه واسط و گردابه تشکیل شده در جلوی امواج بیشتر حاوی مواد صفحه پایه است. همچنین نتایج نشان میدهد که آنالیز این ترکیبات در مجاورت امواج مختلف با تغییر پارامترهای جوشکاری تغییر نموده و غیرهمگن شده که در تصاویر قابل مشاهده است.





شكل 5- الف- تصاوير ميكروسكوپ الكترونى روبشى نمايانگر فصل مشترك اتصال نمونه با فاصله توقف 2/5 ميلىمتر و بار

ضريب هـدايت حرارتـي آلومينيـوم كمتـر از ضـريب هـدايت حرارتی مس است، در هنگام سرد شدن، این ترکیبات در یک سمت امواج متمرکز و به جهت انتقال حرارت بیشتر در سمت مس مشاهدهشدهاند. آنالیز توزیع انـرژی پرتـوایکس نیـز بـرای نمونه از داخل منطقه نشان دادهشده، صورت پذیرفت. نتایج این آنالیزها نمایانگر ایجاد ترکیبی در مناطق موضعی از آلیاژ، بوده است. برای ترکیبات غیرهمجنس بر اساس انعکاس جـت از صفحه با چگالي کمتر، فشار بهطور عمده روي صفحه با چگالي بالاتر اعمال شده و درنتیجه گردابه تشکیل شده در عقب موج بیشتر حاوی مواد صفحه واسط و گردابه تشکیل شده در جلوی امواج بیشتر حاوی مواد صفحه پایه است. با افزایش میزان بار انفجاری از 1/5 تا 2/5 مشاهده می شود که تغییرات در میزان غلظت مس و ألومينيوم بهشـدت افـزايش مــييابـد و همچنـين ضخامت لايه ذوب موضعي نيز افزايش مي يابد.

افزایش انرژی جنبشی برخوردی تغییر شکل شدید در زیـر و تاج موج ایجادشده و درنتیجه فشارهای برخوردی بالا، گردابهها در فصل مشترک اتصال ایجادشده و این گردابه ها ممکن است در برخی مناطق فصل مشترک ایجاد مناطق ذوب موضعی نماید. بر اساس گفته تامهانکار و همکارانش حرارت داخلی ایجادشده بر اساس فشار بالای ناشی از امواج شوکی انفجار و تغییر شکل پلاستیکی شدید و ایجاد گرمای بیدررو در اثر گیر افتادن گردابه در جلوی جبهـه برخـی امـواج در اثـر اسـتحاله انـرژی جنبشی به انرژی حرارتی در طول برخورد و یا حرارت آدیاباتیک ناشی از گازهای محبوس مابین صفحات ایجادشده است[17]. این مناطق موضعی با فلز سرد اطراف احاطهشده و تحت سرعت سرد شدن بالایی در حد 10⁷k/s-10⁵قرار دارند. ازآنجاییکه به دلیل تفاوت در چگالی و سرعت اشاعه مـوج در دو فلز، شکل امواج دارای تقارن کامل نیستند و همچنین



شکل 6- تصاویر میکروسکوپ الکترونی روبشی نمایانگر فصل مشترک اتصال نمونه. فاصله توقف 2/5 میلیمتر و بار انفجاری 2/5:



الف- منطقه A ب- منطقه B

شكل 7- أناليز EDS از تركيبات بين فلزى مشخص شده نمونه در شكل 6- الف- منطقه A ب- منطقه B

محلول آب دریا در شکل (8) نشان داده شده است. مقادیر پتانسیل خوردگی (Ecorr) که از روی نمودار و چگالی جریان خوردگی (icorr) که با استفاده از روش برونیابی تافل محاسبه شده است، در جدول (4) گزارش شده است. نتایج نشان داده که با افزایش بار انفجاری چگالی جریان خوردگی از 11/46 به 26/3 میکرو آمپر بر سانتی متر مربع افزایش یافته است.

لوریو و امینی نیز در تحقیقات مشابه جوشکاری انفجاری مس و آلومینیوم نیز به نتایج مشابه دست یافتند [14و16].

3-3- آ**زمون خوردگی الکتروشیمیایی** 3-3-1- آ**زمون پلاریزاسیون پتانسیوداینامیک** رفتار پلاریزاسیون الکتـرو شیمیـایی اتصـال آلومینیوم – مس در



شکل 8- مقایسه نمودار پلاریزاسیون تافل نمونههای اتصال و فلزات پایه







شکل 10- دیاگرام مدار معادل الکتریکی استفاده شده برای مدلسازی رفتار فصل مشترک فلز *ام*حلول

سرعت حرکت صفحه پرنده و زاویه دینامیکی برخورد با افزایش فاصله توقف افزایشیافته و درنتیجه انرژی جنبشی برخوردی نیز افزایشیافته است. افزایش انرژی این نمونه باعث افزایش سرعت خوردگی شده است. محققان دیگر مانند مودالی، کهرمان و نوربخش نیز در بررسی خوردگی اتصالات انفجاری

فلزات غیرهم جنس نشان دادند که سرعت حرکت صفحه پرنده و زاویه دینامیکی برخورد با افزایش فاصله توقف و بار انفجاری افزایش یافته و در نتیجه انرژی جنبشی برخوردی افزایش مییابد. فاصله توقف و بار انفجاری بیشتر نمایانگر افزایش میزان انرژی جنبشی برخوردی انتقال یافته به فصل مشترک است و افزایش انرژی باعث افزایش سرعت خوردگی شده است [20-18].

5-3-3- آزمون طیفنگاری امپدانس الکتروشیمیایی طیفنگاری امپدانس الکتروشیمیایی (EIS) به منظور بررسی لایه سطحی ایجادشده توسط نمونه ها در محیط خورنده به کار گرفته شد. نمودارهای نایکوئیست مربوط به نمونه های جوشکاری انفجاری شده در شکل (9) نشان داده شده است. داده های EIS با استفاده از مدار معادل ارائه شده در شکل (10) که به طور مطلوبی با نتایج تجربی تطابق داشت حاصل شده و در جدول (5) مشاهده می شوند.

جدول 5- دادههای EIS حاصلشده از جوش انفجاری در محلول%3,5 NaCl در دمای محیط.

n	R_{s} (Ω)	$R_{\rm p}$ ($\Omega {\rm cm}^2$)	C _{dl} (μF cm ⁻	نمونه
•/**	۵/۰۱	4/4	54/11	١
•/٨٣	9/N9	4.4/4	47/21	۲
•/*	۵/۸۲	201/8	44/.0	٣

n در جدول (5) نشاندهنده همگنی سطح است، هرچقدر سطح همگنتر باشد این عدد به یک نزدیکتر است و هرچقدر این عدد بزرگتر باشد انتظارمی رود جریان خوردگی کمتر باشد. با توجه به شکلهای (3) تا (7) مشاهده می شود نمونه با بار انفجاری 1/5 ضخامت لایه ذوبی کمتری نسبت به دیگر نمونهها افزایش بار انفجاری، سرعت برخورد بالاتر، انرژی جنبشی بالای فصل مشترک و کار سختی شدیدتر شده و درنتیجه نمونه با بار انفجاری بیشتر دارای مقاومت به خوردگی کمتری بوده که Roznov pod Radhostem Czech Republic, EU, Vol. 18, 2010.

3- M. Honarpisheh, M. Asemabadi, M. Sedighi, "Investigation of annealing treatment on the interfacial propertice of explosive weldedAl/Cu/Al multilayer method", Materials and Design, Vol. 37, pp. 122-127, 2012.

4- M. Honarpisheh, M. Asemabadi, M. Sedighi, "Investigation of cold rolling influence on the mechanical properties of explosive-welded Al/Cu bimetal", Materials science and Engineering A, Vol. 37, pp. 144-149, 2012.

5- B. Gulenc, "Investigation of interface properties and weldability of aluminum and copper plates by explosive welding method", Materials and Design, Vol. 29, pp. 275-278, 2008.

6- A. Tajyar, A. Masoumi, "Investigation of mechanical properties of bimetallic square tubes produced by shape rolling of Al/Cu circular pipes", Journal of Mechanical Science and Technology, Vol. 30, pp. 4299-4306, 2016. 7- M. R. Khanzadeh, S. J. Mohammadi Baygi, S. R. Kiahoseyni, H. bakhtiyari, M. Allahdadi. "Effects of heat treatment on the microstructure and metallurgical properties of the explosively boned 304 stainless steel-Ck45 steel", International Journal of Damage Mechanics, pp. 275-278, 2016.

8- N. Kengkla, N. Tareelap, Proc Conf 1stMae Fah Luang University, 2012.

9-U. Kamachi Mudali, B. M. Ananda Rao, K. Shanmugam, R. Natarajan, B. Raj, "Corrosion and microstructural aspects of dissimilar joints of titanium and type 304L stainless steel", Journal of Nuclear Materials, Vol. 321, pp. 40–48, 2003.

10- M. Acarer, "Electrical, Corrosion, and Mechanical Properties of Aluminum-Copper Joints Produced by Explosive Welding", Journal of Materials Engineering and Performance, Vol. 21, pp. 2375-2379, 2012.

11-N. Kahramana, B. Gulenc, "Joining of titanium/stainless steel by explosive welding and effect on interface", Journal of Materials Processing Technology, Vol. 169, pp. 127–133, 2005.

12-G. Sui, J. Li, H. Li, F. Sun, T. Zhang, H. Fu. "Investigation on the explosive welding mechanism of corrosion-resisting aluminum and stainless steel tubes through finite element simulation and experiments", International Journal of Minerals, Metallurgy, and Materials, Vol. 19, pp. 151-158, 2012.

13- M. R. K. G. Shiran, H. Bakhtiari, S. A. A. Mousavi, G. Khalaj, S. M. Mirhashemi, "effect of stand-off distance on the mechanical and metallurgical properties of explosively bonded 321 austenitic stainless steel-1230 aluminum alloy tubes", Materials Research, Vol. 20, pp. 291-302, 2017.

14- A. Loureiro, R. Mendes, J. B. Ribeiro, R. M. Leal, "Effect of explosive ratio on explosive welding quality of copper to aluminium", Ciência Tecnologia dos Materiais, Vol. 29, pp. 46–50, 2017.

15- H. Wang, Y. Wang, "High-velocity impact welding process: A Review", Metals, Vol. 144, pp. 2-18, 2019.

در نمودار شکل پلاریزاسیون و جدول (4) این موضوع در تطابق با شکل (9) و جدول (5) است. با توجه به تصاویر میکروسکوپ نوری، با افزایش بار انفجاری ضخامت لایه ذوب موضعی بهتدریج افزایش مییابد و همچنین با توجه به نتایج آنالیز عنصری، با افزایش میران بار انفجاری میران تغییر در ترکیب شیمیایی لایه ذوب موضعی با زمینه افزایش مییابد که منجر به افزایش پتانسیل خوردگی گالوانیک میشود که درنتیجه مقاومت به پلاریزاسیون فلز را کاهش میدهد [21].

4- نتيجه گيرى

در این پژوهش بررسی رفتار خوردگی و تغییرات ریزساختاری دولایه ورقهای آلومینیوم 5000- مس با فرایند جوشکاری انفجاری با بار انفجاری مختلف انجام و نتایج زیر حاصل شد: - نتایج نشان داده که فصل مشترک تمامی نمونهها به شکل موجی کوتاه است. با افزایش بار انفجاری ضخامت لایه ذوبی در فصل مشترک افزایش مییابد.

- در بررسیهای انجام گرفته توسط منحنیهای پلاریزاسیون تافل در نمونههای جوش شده، کمترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 2/5 و بیشترین سرعت خوردگی مربوط به نمونه با بار انفجاری 2/5 است، دلیل این امر آن است که در نمونه با بار انفجاری 2/5، با افزایش بار انفجاری درنتیجه انرژی جنبشی برخوردی نیز افزایش یافته و تغییر شکل پلاستیکی شدیدی در فصل مشترک اتصال ایجادشده است. این موضوع باعث شده که مقاومت خوردگی نمونه با بار انفجاری 2/5 کمتر از نمونه با بار انفجاری 1/5 باشد.

- نتایج آزمون امپدانس در نمونههای جوش شده نشان داده با افزایش ضخامت لایه ذوبی در فصل مشترک و افزایش تغییر شکل پلاستیک مقدار n کاهشیافته و نمونه با بار انفجاری 2/5 بیشترین میزان خوردگی را داشته است.

منابع

1-B. Crossland, "Explosive Welding of Metals and Its Applications", 1982.

2- M. Benak, M. Turna, M. Ozvold, P. Nesvadba, J. Lokaj, L. Caplovic, F. Kovac, V. Stoyka, "Study of Al-austenitic steel boundary formed by explosion welding",

microstructural aspects of dissimilar joints of Ti–6Al–4V and Al plates", International Journal of Impact Engineering 34, pp.1423–1432, 2007.

20- A. Norbakhsh, M. R. Khanzadeh GharahShiran, A. Saadat, H. Bakhtiari, " Investigating the effect of explosive welding variables on the corrosion behavior of explosive joint of two-layered inconel 718-AISI H13 hot work to steel plates in salty environment", Journal of Environmental Friendly Materials, Vol. 2, pp. 21-27, 2018.

21- M. Meyers, V. F. Nesternko, "Shear localization in dynamic deformation of materials: micro structural evolution and self-organization", Materials Science and Engineering A, Vol. 317, pp. 204–225, 2001.

16-H. Amani, M. Soltanieh, "Intermetallic phase formation in explosively welded Al/Cu bimetals", Metallurgical and Materials Transactions B, Vol. 47, pp. 2524–2534, 2016.

17-M.Acarer, B. Demir, "An investigation of mechanical and metallurgical properties of explosive welded aluminum-dual phase steel", Materials Letter, Vol. 62, pp. 4158-4160, 2008.

18- U. K. Mudali, B. M. A. Rao, K. Shanmugam, R. Natarajan, "Corrosion and microstructural aspects of dissimilar joints of titanium and type 304L stainless steel", Journal of Nuclear Materials, Vol. 321, pp. 40–48, 2003.

19- B. Kahramana, G⁻ulenc, "Corrosion and mechanical-