



铝/黄铜异种金属 TIG 熔钎焊接头 显微组织与力学性能

周 利¹, 李志勇¹, 赵洪运¹, 谢 宇¹, 黄永宪², 冯吉才^{1,2}

- (1. 哈尔滨工业大学(威海) 山东省特种焊接重点实验室, 威海 264209;
2. 哈尔滨工业大学 先进焊接与连接国家重点实验室, 哈尔滨 150001)

摘 要: 采用 Zn-2%Al(质量分数)药芯焊丝对 5052 铝合金和 H62 黄铜进行 TIG 熔钎焊搭接试验, 并对接头显微组织、界面层结构及力学性能进行分析。结果表明: Zn-2%Al 药芯焊丝在黄铜母材表面润湿性良好, 能够获得较好的铝/黄铜熔钎焊接头。在黄铜侧过渡区形成块状和条状的 AlCu 脆性金属间化合物相, 同时在黄铜侧界面处形成 Cu₉Al₄、CuZn 金属间化合物层。随焊接热输入的增大, 界面层厚度先增大后减小, 接头拉伸载荷也是先增大后减小。焊缝中心区及界面层的显微硬度高于铝和黄铜母材的。接头拉伸时断于黄铜侧界面区, 且断口为解理断裂。

关键词: 铝/黄铜异种金属; TIG 熔钎焊; 药芯焊丝; 显微组织; 力学性能

中图分类号: TG444

文献标志码: A

Microstructure and mechanical properties of Al/brass dissimilar metals TIG welding-brazing joint

ZHOU Li¹, LI Zhi-yong¹, ZHAO Hong-yun¹, XIE Yu¹, HUANG Yong-xian², FENG Ji-cai^{1,2}

- (1. Shandong Provincial Key Laboratory of Special Welding Technology,
Harbin Institute of Technology at Weihai, Weihai 264209, China;

2. State Key Laboratory of Advanced Welding and Joining, Harbin Institute of Technology, Harbin 150001, China)

Abstract: 5052 aluminum alloy and H62 brass dissimilar metals were welded by TIG welding-brazing lap using Zn-2%Al (mass fraction) flux-cored wire. Microstructure, interface layer structure and mechanical properties of the joint were studied. The results show that favorable welding-brazing joints are obtained due to the excellent wettability of molten Zn-2%Al on the surface of brass. The massive and strip AlCu intermetallic compounds (IMCS) form in the transition zone at the brass side, meanwhile, Cu₉Al₄ and CuZn intermetallic compound layers form at the interface. The interface layer thickness and tensile load of joint increase at first and then decrease with the increase of welding heat input. The micro-hardnesses of weld center and the interface layer are higher than those of aluminum and brass base metals. Tensile test results show that the joint fractures at interface layer of the brass side with cleavage fracture surface.

Key words: Al/brass dissimilar metals; TIG welding-brazing; flux-cored wire; microstructure; mechanical property

铜为稀缺金属, 属于战略资源。铝合金的导电、导热性能与铜的接近; 铝比铜轻, 且在自然界中含量比铜丰富, 价格也比铜便宜^[1]。因此, 采用铝/铜复合

结构部分替代铜能够充分发挥两种材料的优势, 达到成本和性能的平衡。铝/铜异种金属现阶段主要采用钎焊^[2-5]、熔化焊^[6]、压力焊^[7-11]等方法进行连接。由于

铜与铝的物理、化学性质差异较大并且冶金相容性差，采用传统熔化焊方法难以实现铝/铜异种金属的可靠连接^[12]。压力焊和钎焊方法对接头的结构尺寸有限制，而且生产效率相对较低。近年来，熔钎焊方法成为异种难焊金属连接领域的研究热点，有望突破传统方法在接头质量、结构适应性等方面的不足。

熔钎焊利用异种金属熔点差异大的特点，在低熔点材料侧形成熔化焊接头，而在高熔点材料侧形成钎焊接头。董红刚等^[13]采用 Zn-15%Al(质量分数)实芯焊丝开展了铝/黄铜 TIG 熔钎焊搭接试验,结果表明部分柱状晶从界面层脱落进入焊缝，恶化了接头性能。界面层中的金属间化合物主要由 CuZn₅ 相组成。董鹏等^[14]采用激光深熔钎焊方法对 3 mm 厚 1060 铝合金和 T2 紫铜进行对接，所得焊缝内晶粒较为细小，接头的抗拉强度可达到铝合金母材的 94%以上，但焊缝内含有硬脆的 Cu₃Al₂ 和 CuAl₂ 金属间化合物。SOLCHENBACH 等^[15]通过光斑环形摆动同时控制热输入实现了铝/铜异种金属的激光熔钎焊，焊后铝/铜界面处形成了厚度小于 3.2 μm 的均匀金属间化合物层。本文作者以 TIG 电弧作为热源、添加 Zn-2%Al 药芯焊丝进行铝/黄铜 TIG 熔钎焊搭接,并对接头显微组织和力学性能进行研究，为铝/黄铜异种金属的 TIG 熔钎焊工艺应用提供理论依据。

1 实验

试验材料为 200 mm×75 mm×2 mm 尺寸的 5052 铝合金和 200 mm×75 mm×1 mm 尺寸的 H62 黄铜，其化学成分及力学性能分别如表 1 和 2 所列，填充材料选用直径 1.6 mm 的 Zn-2%Al 药芯焊丝。TIG 熔钎焊搭接过程如图 1 所示，铝板在上、黄铜板在下，搭

接宽度为 10 mm。焊前先用钢丝刷擦拭待焊件表面及侧面氧化膜，然后用丙酮洗除打碎的氧化膜残渣及试件表面的油污及灰尘。焊接时令焊枪与板面成 90°并偏向黄铜母材侧 1 mm，钨极高度为 5 mm，采用纯氩气保护。焊接工艺参数为：焊接速度 2 mm/s、送丝速度 0.8 m/min，焊接电流 90~130 A。

沿垂直于焊接方向截取试样进行标准金相试样制备，使用凯勒试剂(3 mL HNO₃+6 mL HCl+6 mL HF+150 mL H₂O)腐蚀 1~2 s 后，采用 GX51 金相显微镜(Optical microscopy, OM)对接头显微组织进行观察，利用 TESCAN VEGA3 扫描电子显微镜(SEM)分析界面层组织并通过能谱(EDS)分析界面层物相。

沿着垂直于焊接方向加工尺寸为 150 mm×10 mm 的拉伸试样，在 INSTRON 1186 电子力学性能试验机上进行室温拉伸试验，加载速率为 3 mm/min，拉伸性能采用 3 个拉伸试样的平均值表征。利用 MICRO-586 型显微硬度计对焊接接头截面显微硬度分布进行测试(加载载荷 1.96 N，加载时间 10 s，测试点间距 0.2 mm)。

2 结果与分析

2.1 接头成形及显微组织

图 2 所示为不同焊接电流下所得接头表面形貌。当焊接电流为 90A 时，由于焊接热输入较小，熔化的焊丝及铝母材在黄铜母材表面的润湿铺展性不好，难以获得成形良好的接头。当焊接电流为 100~120 A 时，熔融材料在黄铜母材表面铺展较好。随着焊接电流的增大，焊接热输入提高，熔化的焊丝及铝母材在黄铜母材表面的润湿性越来越好，所得焊缝铺展面积逐渐增大。当焊接电流为 130 A 时，由于焊接热输入过大，

表 1 5052 铝合金化学成分及力学性能

Table 1 Chemical compositions and mechanical properties of 5052 Al alloy

Material	Mass fraction/%							σ_b /MPa	δ /%
	Si	Fe	Cu	Mg	Zn	Cr	Al		
5052 Al alloy	0.17	0.16	0.02	2.48	0.01	0.20	Bal.	230	12~20

表 2 H62 黄铜化学成分及力学性能

Table 2 Chemical compositions and mechanical properties of H62 brass

Material	Mass fraction/%					σ_b /MPa	δ /%
	Cu	Fe	Pb	Sb	Zn		
H62 brass	60.5~63.5	≤0.15	≤0.08	≤0.005	Bal.	315	15

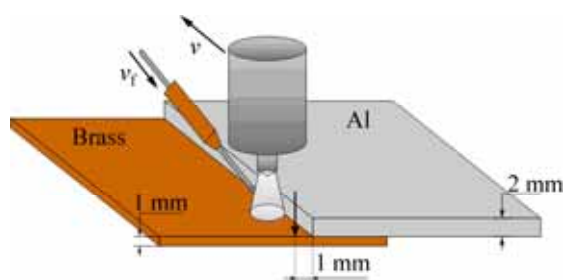


图 1 铝/黄铜 TIG 熔钎焊接示意图

Fig. 1 Schematic diagram of Al/Brass TIG lap welding-brazing

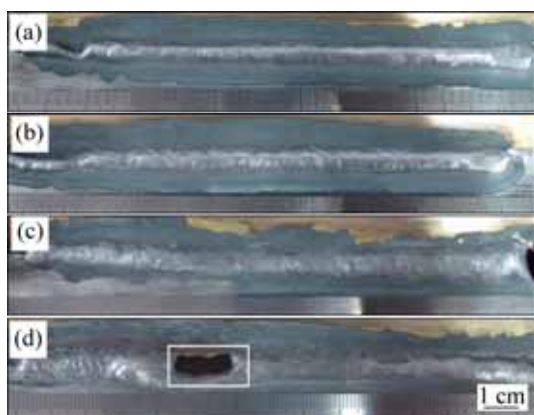


图 2 不同焊接电流下所得焊缝表面形貌

Fig. 2 Surface appearances of joints obtained at different welding currents: (a) 100 A; (b) 110 A; (c) 120 A; (d) 130 A

黄铜母材熔化量过大, 出现焊穿的现象, 不能获得完整的熔钎焊接头。

图 3 所示为焊接电流 100A 时获得的典型铝/黄铜熔钎焊接头光学截面形貌及显微组织。图 3(a)所示为接头截面形貌。由图 3(a)可看出, 焊缝中存在大小不一的气孔, 这可能是由于 Zn-2%Al 药芯焊丝中主要成分 Zn 沸点较低, 焊缝凝固过程中, 蒸发的 Zn 来不及逸出形成气孔。由接头截面形貌可以看出, 铝/黄铜 TIG 熔钎焊接头主要由 3 个区域组成: 铝侧熔化焊区(I)、焊缝中心区(II)、黄铜侧类钎焊区(III)。铝侧熔化焊区呈现出熔化焊的组织特征(见图 3(b)), 凝固过程中熔融金属在铝母材上形核, 并以柱状晶形式向焊缝中心区生长。柱状晶区域晶粒粗大, 且存在较多缺陷, 成为焊缝中的薄弱环节。在焊缝中心区(见图 3(c))可以观察到大量的树枝晶组织。树枝晶组织的产生与冷却速度有关, 冷却速度越大, 越容易产生树枝晶组织。由于铝和黄铜都属于热导率较高的金属, 焊缝冷却速度较快, 促进了大量树枝晶的形成, 可能会弱化焊缝的力学性能。焊缝组织主要由白色的 β -Zn 固溶体树枝

晶组织、富锌相及黑色的 α (Al)固溶体网状结构组成。由于铝母材熔化, 铝原子进入焊缝中, 导致越靠近铝母材侧, 铝基固溶体的含量逐渐增大^[13]。

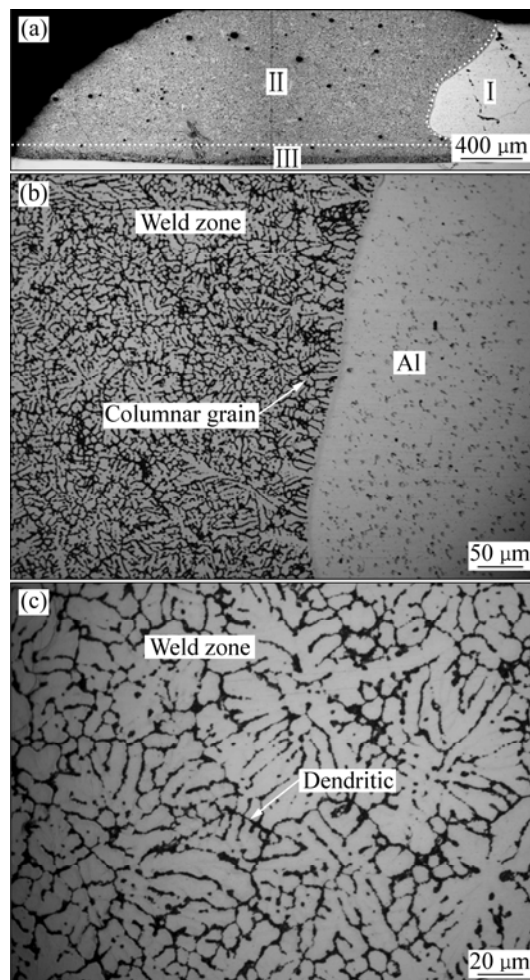


图 3 焊接电流 100 A 下所得接头光学截面形貌及显微组织

Fig. 3 Cross-sectional OM morphology and microstructures of joint obtained at welding current of 100 A: (a) Cross-section morphology; (b) Microstructure of weld at Al side; (c) Microstructure of weld center

图 4 所示为不同电流下所得接头中黄铜侧类钎焊区显微组织, 其中又可细分为: 焊缝区、过渡区、和界面层 3 个区域。焊接过程中, 黄铜母材会向液态焊缝金属中溶解, 同时可能存在黄铜母材少量熔化进入焊缝中; 液态焊缝金属中的 Zn 原子和 Al 原子会向黄铜母材中扩散, 因而主要元素 Al、Cu 和 Zn 可能在界面附近形成块状或层状金属间化合物相, 这会使接头脆性增大, 强度显著下降。焊接电流为 100 A 时界面层厚度在 8 μ m 左右, 焊接电流增大到 110 A 时界面层厚度在 10 μ m 左右, 焊接电流继续增加到 120 A 时界面层厚度在 5 μ m 左右。随焊接热输入的增大, 界面

层厚度先增大后减小，这可能是由于随着焊接热输入的提高导致黄铜母材部分熔化，从而对界面处溶解和扩散过程产生了影响。董鹏等^[16]对 3 mm 厚 1060 铝合金和 T2 紫铜进行激光深熔钎焊时，发现接头界面层厚度在垂直方向上均匀分布，约为 25 μm。热输入继续增大，导致黄铜部分熔化得到深熔钎焊—熔焊接头时，由于在界面垂直方向存在较大的温度差以及熔池流动的影响，金属间化合物层厚度分布不均匀，在 10~25 μm 之间。可见随着焊接电流的增大，界面层的尺寸并非线性增加。

采用 SEM 对焊接电流 100 A 时获得的铝/黄铜熔钎焊接头黄铜侧界面层组织和物相进行分析。图 5 所示为黄铜侧界面层 SEM 像。由图 5 可以看出，界面

由 3 层组成。Ⅰ层位于界面层靠近焊缝一侧，呈笋状向焊缝中心方向生长；Ⅱ层位于界面层中心位置，其厚度较小且不均匀；Ⅲ层位于界面层中靠近黄铜母材的一层，与黄铜母材界面呈现出一个细长的曲线，颜色衬度与黄铜母材的接近。

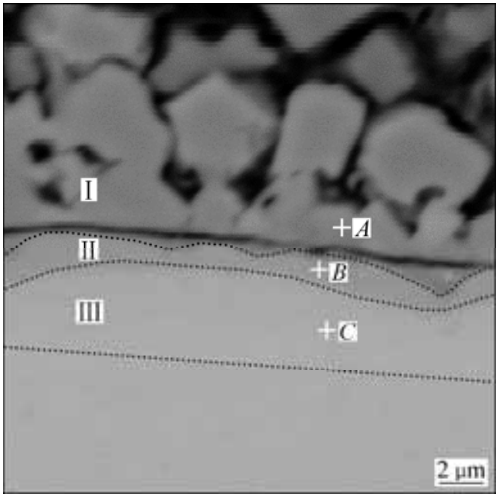


图 5 焊接电流 100 A 下所得接头黄铜侧界面层 SEM 像
Fig. 5 SEM image of interface layer in joint obtained at welding current of 100 A

对图 5 中黄铜侧界面层不同位置进行 EDS 分析，结果如表 3 所列。根据 A 点 EDS 分析结果可以推断界面层中的Ⅰ层为 AlCu 相，其中固溶了一定量的 Zn 原子，并呈笋状向焊缝中心方向生长。张旭超^[17]采用 Zn-15%Al 实芯焊丝对铝/铜异种金属进行 TIG 熔钎焊时，在界面层处也有 AlCu 相生成。Al 原子通过界面层向黄铜母材中扩散，形成了Ⅱ层，由 B 点 EDS 分析结果可推断Ⅱ层主要由 Cu₉Al₄ 相构成。焊缝中 Zn 元素含量较高，黄铜母材中也含有一定比例的 Zn 元素，故焊缝与母材 Zn 元素浓度梯度相关减小，Zn 原子的扩散速度也相对较小。焊接过程中由于黄铜母材中的 Cu 原子向焊缝中溶解，导致母材中部分区域 Cu 元素含量下降，最终形成了厚度较大的Ⅲ层。根据 C 点 EDS 结果可以判断Ⅲ层主要由 CuZn 相构成。

表 3 图 5 所示位置 EDS 分析结果

Position	Mole fraction/%		
	Cu	Zn	Al
A	47.25	10.24	42.51
B	53.26	20.04	26.69
C	49.79	41.03	9.18

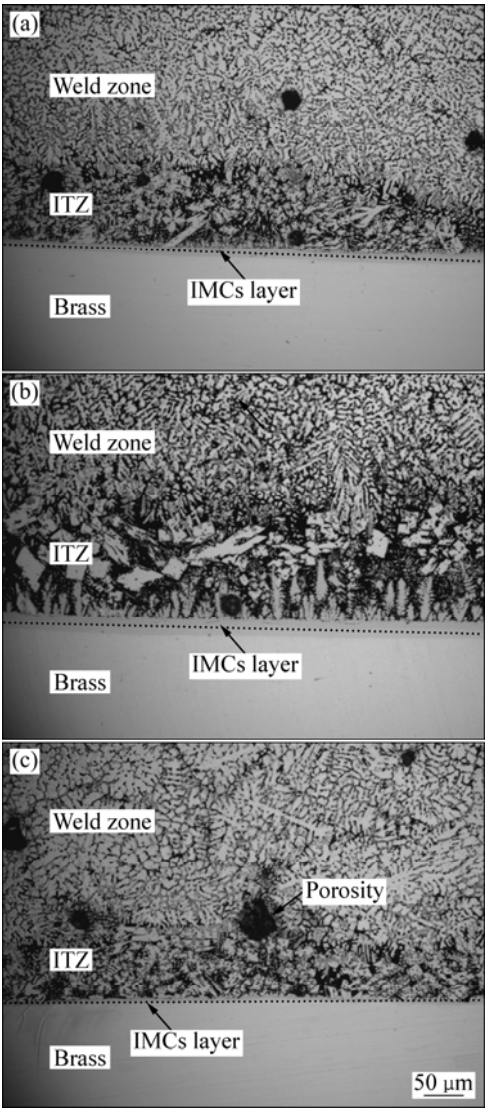


图 4 不同焊接电流下所得接头黄铜侧类钎焊区显微组织
Fig. 4 Microstructures of brazing area of brass side in the joints obtained at different welding currents: (a) 100 A; (b) 110 A; (c) 120 A

2.2 接头力学性能

图 6 所示为焊接电流 100 A 时获得的典型铝/黄铜熔钎焊接头不同方向显微硬度分布图。图 6 中线 1 和线 2 分别为水平方向和垂直方向显微硬度测试示意图。水平方向硬度分布表明铝母材硬度较低, 焊缝中心区硬度较高。这可能是由于焊缝中心区域组织为细小的树枝状组织, 且在焊接过程铝和黄铜溶解扩散进入焊缝。垂直方向硬度分布表明黄铜母材硬度较低, 界面处由于在焊接过程中分别形成了硬度较高的金属间化合物层, 因而其硬度高于焊缝中心区域及黄铜母材的硬度。

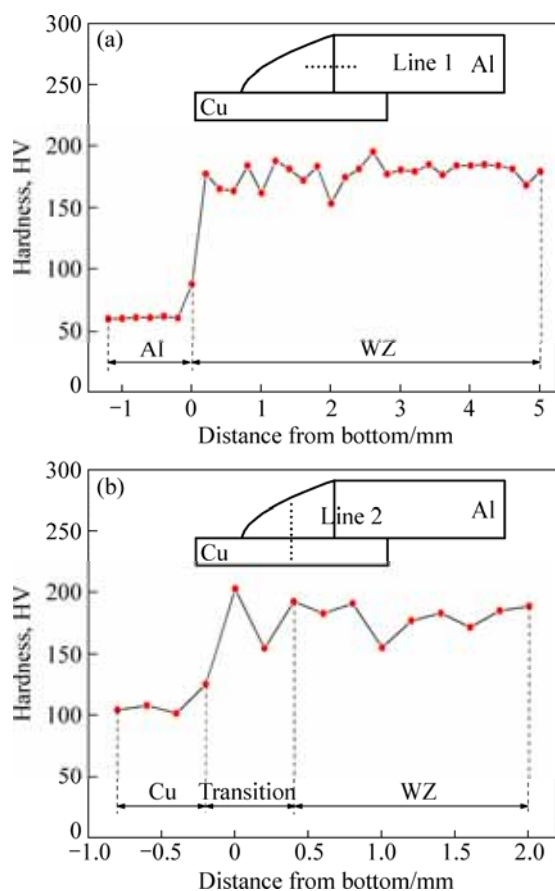


图 6 焊接电流为 100 A 时接头显微硬度分布

Fig. 6 Hardness distributions of joint obtained at welding current of 100 A: (a) Horizontal direction; (b) Vertical direction

图 7 所示为不同焊接电流下所得接头拉伸试验结果, 随焊接电流的增大, 接头拉伸载荷先下降后升高。当焊接电流为 120 A 时, 焊缝具有相对较高的拉伸性能, 拉伸载荷为 1917 N。这可能是由于焊接电流为 120 A 时界面层的厚度最小。黄铜母材与焊缝之间界面层的厚度越大则接头力学性能相对越差。熔钎焊过程中可能可以通过控制高熔点母材的微量熔化, 调节界面处元素浓度梯度, 控制扩散和溶解过程, 限制接头

界面层的厚度, 从而提高接头的力学性能。

图 8 所示为焊接电流 100 A 时获得的典型铝/黄铜熔钎焊接头拉伸断口形貌。由图 8(a)可知, 接头拉伸时断于黄铜侧界面区。图 8(b)所示为接头断口黄铜侧 SEM 像。断口表面较为平坦, 界面断口由许多大小相当于晶粒的解理刻面组成, 裂纹跨过多相互平行但高度不同的解理面, 形成了解理台阶和河流花样, 断口呈现解理断裂特征。焊接过程中在焊缝黄铜侧形成

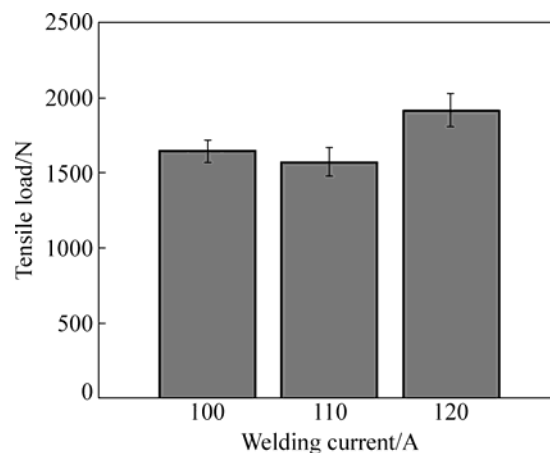


图 7 不同焊接电流下所得接头拉伸载荷

Fig. 7 Tensile loads of joints obtained at different welding currents

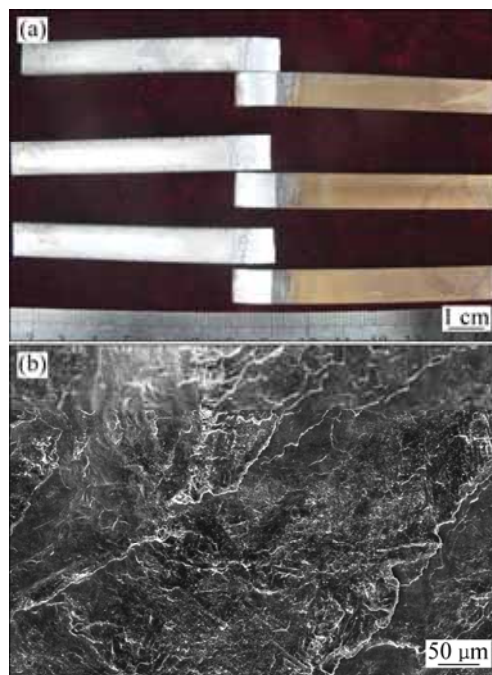


图 8 焊接电流为 100 A 时接头拉伸断口形貌

Fig. 8 Fracture appearance of tensile specimens in welding current of 100 A: (a) Fracture location; (b) Fracture morphology

了金属间化合物层,另外过渡区内形成了尺寸较大的条状和块状脆性金属间化合物相。拉伸试验过程中,在外加载荷的作用下,作用应力尖端形成一次裂纹,随着外加应力持续作用发生撕裂,主裂纹向前扩展,次生裂纹向后扩展,裂纹连接使焊缝发生断裂。由于裂纹的快速扩展,断口处基本上不发生塑性变形,属于脆性断裂。

3 结论

1) 采用 Zn-2%Al 药芯焊丝作为填充材料,选择钨极高度 h 为 5 mm(焊接电压 U 为 18~20 V),焊接电流 I 为 100~120 A,焊接速度 v 为 2 mm/s,填丝速度 v_f 为 0.8 m/min,搭接宽度 b 为 10 mm,偏移量 O 为 1 mm(偏向铜侧为正),能够获得较好的铝/黄铜熔钎焊接头。当焊接电流为 120 A 时,熔融金属在黄铜母材表面的铺展较好,焊缝成形较好。

2) 熔钎焊接头分为 3 个区域:铝侧熔化焊区、焊缝中心区、黄铜侧类钎焊区。焊缝中存在大小不一的气孔。在黄铜侧过渡区中形成了块状和条状的 AlCu 脆性金属间化合物相,同时在黄铜侧界面处形成了 Cu_9Al_4 、 CuZn 金属间化合物层。随焊接热输入的增大,界面层厚度先增大后减小。

3) 黄铜侧界面层由于脆硬金属间化合物的形成,显微硬度高于铝和黄铜母材的。界面层厚度越大则接头力学性能相对越差,界面层厚度随焊接热输入的增大先增大后减小,导致接头拉伸载荷先减小后增大。当焊接电流为 120 A 时所得接头拉伸载荷最大,为 1917 N。接头拉伸时断于黄铜侧界面区,断裂形式为解理断裂。

REFERENCES

[1] LACAZE J, TIERCE S, LAFONT M C, THEBAULTA Y, PÉBÈREA N, MANKOWSKIA G, BLANCA C, ROBIDOU B, VAUMOUSSEB D, DALOZ D. Study of the microstructure resulting from brazed aluminium materials used in heat exchangers[J]. Materials Science and Engineering A, 2005, 413/414: 317-321.

[2] 张洪涛, 刘多, 冯吉才, 胡乐亮. 铝/铜高频感应接触反应钎焊[J]. 焊接学报, 2012, 33(3): 89-92.

ZHANG Hong-tao, LIU Duo, FENG Ji-cai, HU Le-liang.

Reactive contact brazing between aluminium alloy and copper by high frequency induction method[J]. Transactions of the China Welding Institution, 2012, 33(3): 89-92.

[3] JI F, XUE S B, LOU J Y, LOU Y B, WANG S Q. Microstructure and properties of Cu/Al joints brazed with Zn-Al filler metals[J]. Transactions of Nonferrous Metals Society of China, 2012, 22(2): 281-287.

[4] 李亚江, 吴会强, 陈茂爱, 杨敏, 冯涛. Cu/Al 真空扩散焊接头显微组织分析[J]. 中国有色金属学报, 2001, 11(3): 424-427.

LI Ya-jiang, WU Hui-qiang, CHEN Mao-ai, YANG Min, FENG Tao. Microstructure analyses in vacuum diffusion welded joint of copper and aluminum[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2001, 11(3): 424-427.

[5] JI F, XUE S B. Growth behaviors of intermetallic compound layers in Cu/Al joints brazed with Zn-22Al and Zn-22Al-0.05Ce filler metals[J]. Materials & Design, 2013, 51: 907-915.

[6] LEE S J, NAKAMURA H, KAWAHITO Y, KATAYAMA S. Effect of welding speed on microstructural and mechanical properties of laser lap weld joints in dissimilar Al and Cu sheets[J]. Science and Technology of Welding and Joining, 2014, 19(2): 111-118.

[7] FIROUZDOR V, KOU S. Al-to-Cu friction stir lap welding [J]. Metallurgical and Materials Transactions A: Physical Metallurgy and Materials Science, 2012, 43(1): 303-315.

[8] LEE K S, YONG-NAM K. Solid-state bonding between Al and Cu by vacuum hot pressing[J]. Transactions of Nonferrous Metals Society of China, 2013, 23(2): 341-346.

[9] LI X W, ZHANG D T, QIU C, ZHANG W. Microstructure and mechanical properties of dissimilar pure copper/1350 aluminum alloy butt joints by friction stir welding[J]. Transactions of Nonferrous Metals Society of China, 2012, 22(6): 1298-1306.

[10] AKINLABI E T, ANTHONY A, AKINLABI S A. Effects of processing parameters on corrosion properties of dissimilar friction stir welds of aluminum and copper[J]. Transactions of Nonferrous Metals Society of China, 2014, 24(5): 1323-1330.

[11] KUANG B B, SHEN Y F, CHEN W H, YAO X, XU H S, GAO J C, ZHANG J Q. The dissimilar friction stir lap welding of 1A99 Al to pure Cu using Zn as filler metal with "pinless" tool configuration[J]. Materials & Design, 2015, 68(5): 54-62.

[12] 毕应利. 铝-铜异种材料焊接工艺及其质量评价 [J]. 价值工程, 2015, 34(9): 69-71.

BI Ying-lin. Welding technology of aluminum-copper dissimilar material and its quality evaluation[J]. Value Engineering, 2015, 34(9): 69-71.

[13] 董红刚, 张旭超, 杨继承, 胡文金. 铝合金/黄铜异种金属电

- 弧熔钎焊[J]. 中国机械工程, 2014, 25(8): 1122–1125.
- DONG Hong-gang, ZHENG Xu-chao, YANG Ji-cheng, HU Wen-jin. Arc-brazing of aluminum alloy to brass[J]. China Mechanical Engineering, 2014, 25(8): 1122–1125.
- [14] 董 鹏, 陈凯华, 肖荣诗. 铝-铜异种金属激光深熔钎焊接头力学性能[J]. 中国激光, 2011, 38(6): 129–133.
- DONG Peng, CHEN Kai-hua, XIAO Rong-shi. Mechanical properties of aluminum-copper joint by laser penetration brazing[J]. Chinese Journal of Lasers, 2011, 38(6): 129–133.
- [15] SOLCHENBACH T, PLAPPER P. Mechanical characteristics of laser braze-welded aluminum-copper connections[J]. Optics and Laser Technology, 2013, 54: 249–256.
- [16] 董 鹏. 异种合金激光深熔钎焊机理与技术研究[D]. 北京: 北京工业大学, 2011.
- DONG Peng. Investigation on laser penetration brazing of dissimilar alloys[D]. Beijing: Beijing University of Technology, 2011.
- [17] 张旭超. 铝合金/黄铜异种金属 TIG 熔钎焊温度场和流场的数值模拟[D]. 大连: 大连理工大学, 2013.
- ZHANG Xu-chao. Numerical simulation of temperature field and fluid flow field during TIG fusion-brazing of aluminum alloy and brass[D]. Dalian: Dalian University of Technology, 2013.

(编辑 王 超)