doi:10.3969/j.issn.1673-9833.2020.01.015

铝镁合金焊接接头组织与力学性能的不均一性研究

蹇海根^{1,2},王业东¹,杨孝梅¹,吴若涛¹,雷新蕾¹,黄渊平¹

(1.湖南工业大学 冶金与材料工程学院,湖南 株洲 412007; 2.昆士兰科技大学,昆士兰 澳大利亚 4001)

摘 要:采用 Al-Mg 合金焊丝多层多道 MIG 焊焊接 10 mm 厚铝镁锰合金热轧板材,运用金相组织分析、 扫描电镜分析(含能谱和电子背散射衍射)等分析手段对焊接接头的组织不均匀性和力学性能进行了研究。 结果表明,由于焊接循环热、冷却速率以及 Al₃Zr 等热稳定相粒子的不同作用,焊接接头不同区域内组织与 力学性能均呈现出一定的不均匀性。焊缝区为典型的铸态组织,热影响区为保留部分形变特征的再结晶组织, 熔池边界由于 Al₃Zr 粒子非匀质形核核心的作用,形成强化效果不明显的细晶薄层,其显微硬度值分别小于 焊缝区和热影响区,而两焊道交界面的晶粒沿散热方向外延生长,粗化明显,显微硬度值最低。

关键词: 铝镁合金; MIG 焊; 组织不均匀性; 粗晶区

中图分类号: TG406 文献标志码: A 文章编号: 1673-9833(2020)01-0092-07 引文格式: 蹇海根, 王业东,杨孝梅,等. 铝镁合金焊接接头组织与力学性能的不均一性研究 [J]. 湖南 工业大学学报, 2020, 34(1): 92-98.

Research on Inhomogeneity of Microstructure and Mechanical Properties in Al-Mg Alloy Welded Joints

JIAN Haigen^{1, 2}, WANG Yedong¹, YANG Xiaomei¹, WU Ruotao¹, LEI Xinlei¹, HUANG Yuanping¹
(1. Collge of Metallurgy and Materials Engineering, Hunan University of Technology, Zhuzhou Hunan 412007, China;
2. Queensland University of Technology, Queensland 4001, Australia)

Abstract: The multi-layer and multi-pass MIG welding with Al-Mg alloy welding wire has been used to weld 10 mm thick hot rolled aluminum magnesium manganese alloy plate, followed by a detailed study on the microstructure and mechanical properties of welded joints by means of metallography, scanning electron microscopy (including energy spectrum and electron backscatter diffraction). The results show that the microstructure and mechanical properties of the welded joints in different regions show certain inhomogeneity due to the different effects of welding thermal cycle, cooling rate and such heat stabilized phase particles as Al₃Zr. The weld zone is a typical casting microstructure, and the heat-affected zone is a recrystallized structure which with some deformation characteristics. Due to the effect of the inhomogeneous nucleation of Al₃Zr particles on the boundary of the molten pool, the fine grain thin layer with little strengthening effect is formed, with the microhardness value smaller than that of the weld zone as well as the heat affected zone. However, the grain at the interface of the two passes grows along the direction of heat dissipation, with an obvious coarsening and the lowest degree of microhardness.

Keywords: Al-Mg alloy; MIG welding; microstructure inhomogeneity; coarse grain zone

收稿日期: 2019-04-16

基金项目:湖南省自然科学基金资助项目(2018JJ4060),国家级大学生创新训练基金资助项目(201811535021),湖南省大学生研究性学习和创新性实验计划基金资助项目(2018660)

作者简介: 蹇海根(1980-),男,湖南衡阳人,湖南工业大学副教授,博士,主要从事焊接物理冶金过程方面的教学与研究, E-mail: jianhaigen2001@163.com

研究背景

铝镁合金属于典型的不可热处理强化合金,具有 中强可焊、耐蚀性好等特点,被广泛应用于大型船舶 的上层结构和舾装件中。考虑到船体结构所受载荷及 腐蚀环境两个因素,研究用的铝镁锰合金是最基本的 船用焊接结构材料^[1-3]。船舶焊接技术在提高造船生 产效率、降低成本及减重方面的作用不可小视,且焊 接方法很多,如熔化极气体保护电弧焊、钨极氩弧焊 (tungsten inert-gas welding,TIG)、搅拌摩擦焊(friction stir welding,FSW)等。经过近几十年的发展,MIG 焊(metal inert-gas welding)从焊接设备、焊接材料 到工艺,都日趋成熟,是目前用得最多的一种焊接 方法,也是自动线上和焊接机器人的首选熔焊方法, 国内外 90% 以上的铝合金焊接采用 MIG 焊^[4-8]。

目前,业界关于铝镁系合金焊接及其焊接接头组 织与性能方面的研究较多,但是对多层多道次 MIG 焊焊接接头组织不均匀性的研究还鲜有报道。一般来 说,焊接接头的各个微区在成分、组织和性能上都不 均匀^[9-13]。比如,从焊缝到母材的焊接缺陷是不同的, 焊缝区是典型的铸态组织,热影响区却呈现出再结晶 特征,焊缝表面性质和焊缝受力也不均匀。但是,关 于焊接接头的成分、组织的不均匀度并没有一个统一 的评定标准,一般的做法是通过对断面的金相观察、 高倍形貌分析和硬度的变化曲线来定性表征其不均 匀性。

本研究拟采用焊接机器人自动化焊接,选择铝镁 合金配用焊丝对 10 mm 厚铝镁锰合金热轧板材进行 多层多道次 MIG 焊接,运用金相组织分析、扫描组 织观察及电子背散射衍射分析和显微硬度测试等对 焊接接头的不均匀性进行研究,并进一步探讨熔池边 界细晶层和焊道交界面区域粗晶形成及长大的微观 机制。

2 试验材料与方法

试验用焊接基材为 10 mm 厚的 Al-Mg-Mn 合金 热轧板材,其主要化学成分如下: w(Mg)=6.58%, w(Mn)=0.55%,w(Cr)=0.20%,w(Zr)=0.15%,Al 余量。 填充金属材料选择与基材相近的铝镁合金焊丝,其 主要化学成分如下:w(Mg)=5.73%,w(Mn)=0.49%, w(Cr)=0.15%,w(Zr)=0.15%,Al 余量。

焊接前对焊件进行表面清理,用丙酮或酒精擦 拭后,再用钢丝刷将焊接区域表面刷净。所开坡口 为V型坡口,试验采用日本松下YD-400GE焊机, 在单一惰性气体 Ar(体积分数为99.99%)保护下进 行 MIG 手工焊,焊接电流为 200 A,焊接速度为 600 mm/min。焊接采用 3 层 4 道焊,第一层为反面打底焊, 第二层为填充焊,第三层为覆面两道焊,具体的焊接 接头示意图如图 1 所示。



Fig. 1 Schematic diagram of welded joints

在焊接橫截面选区进行金相和扫描形貌观察,去 除焊接余高后,在接头上表面沿与焊缝垂直方向进行 EBSD 全貌分析和显微硬度测试,其具体取样位置见 图 1。金相显微组织观察试样需在磨样抛光后进行阳 极覆膜,溶液配比为 1 000 mL H₂O+30 mL HF+11 g H₃BO₃,实验电流保持在 0.1~0.2 mA,覆膜时间约为 90 s。扫描形貌观察、能谱分析以及 EBSD 分析在日 本电子 JSM-7001F 型热场发射扫描电子显微镜上进 行。硬度测试在 HVA-10A 型低负荷维氏硬度计上进 行,负荷为 50 g,持续时间为 15 s。

3 试验结果与分析

3.1 形貌视察

焊接接头横截面各区域的金相显微组织观察结 果如图2所示,其主要由热影响区、熔合区、焊缝区 和粗晶区组成。



a) 热影响区 + 细晶层



93

b)焊缝区



c)粗晶区 图 2 焊接接头各区域金相组织

Fig. 2 Metallurgical structure of each zone of welded joints 由图 2 的金相组织观察结果可以看出,热影响 区仍然保持轧制条带的基本组织特征,可以看到部 分轧制过程未回溶的粗大相,且沿挤压方向分布, 同时发生了一定程度的再结晶,主要表现为晶粒粗 化。在焊接基材与焊缝区交界面存在一层细晶组织, 晶粒很小,只有几微米,如图 2a 所示。焊缝区为典

型的铸态组织,晶粒较为粗大,约为20~30 µm(见 图 2b)。而在第3、4 焊道之间存在一个粗晶区,晶 粒粗大且沿散热方向生长明显,最大晶粒尺寸近100 µm,且边界附近可观察到气孔的存在。

进一步对焊接接头各个区域进行扫描显微观察, 其结果如图 3 所示。



a) 热影响区 + 细晶层



b)焊缝区

 1000 kl 1000 kl 100 mm DuellSSD 601 A48

c)粗晶区 图 3 焊接接头各区域 SEM 形貌

Fig. 3 SEM morphology of each zone of welded joints

从图 3 的扫描结果可知,焊接热影响区与焊缝 区分界较明显,沿轧制方向分布着一些粗大相粒子。 焊缝区在晶内和晶界均有析出,但晶界析出量更大。 因为在焊缝冷却过程中,随着晶粒长大相遇,低熔点 物质更容易在晶界偏析。同理,在粗晶区附近也可观 察到较大的焊接气孔,如图 3c 所示。

3.2 能谱分析

无论是整体组织形态,还是第二相分布和晶粒度的大小,焊接接头各区域均存在明显差异,呈现很大的组织不均匀性。为了进一步研究焊接接头各区域组织不均匀性的形成原因,分别对细晶层、焊缝区和粗晶区进行能谱分析,其检测结果如图4所示。





由图 4 所示的能谱分析结果可以看出,除去焊接 烧损和挥发之外,焊缝区和粗晶区的成分区别不大。 细晶层却发现了微量的 Zr 和 Cr,而这就是在熔池边 界形成细晶层的主要原因。因为焊接基材在经过均 匀化退火和后续热轧加工后,基材中形成了大量的 Al₃Zr 粒子,这些 Al₃Zr 粒子无论是晶格类型(Ll₂型) 还是晶格尺寸均与 a(Al)基体极为相近,且错配度非 常小,在焊接冷凝过程中作为良好的非匀质晶核在 熔池壁上优先析出,从而在熔池界面形成一层细晶 组织^[14]。在焊接冷凝过程中,焊缝金属中也有可能 析出少量的初生 Al₃Zr 粒子。因为一方面该种粒子数 量有限,另一方面初生的析出粒子对细化焊缝金属晶 粒的作用不明显,所以焊接接头焊缝区的晶粒组织仍 然较为粗大。

3.3 电子背散射衍射观察 /EBSD 分析

课题组为了了解焊接接头各区域,特别是熔合 线和两焊道界面区域的晶粒形成及长大情况,对焊 接接头进行电子背散射衍射(electron backscattered diffraction, EBSD)全貌观察,其结果如图 5 所示。



图 5 焊接接头的 EBSD 分析结果

Fig. 5 EBSD analysis result of welded joints

由图 5 可知,焊接接头各区域的组织存在明显不均匀性,靠近焊缝的热影响区出现了明显的再结晶, 熔合线附近区域存在细晶层,且晶粒沿焊缝中心方向 逐渐粗化,因而在第 3、4 道焊界面区域形成了明显 的粗晶区。

对焊接接头的热影响区、细晶层、焊缝区和粗晶 区进行选区 EBSD 分析发现,不同区域的晶粒大小 明显不同,粗晶区晶粒最为粗大,而热影响区由于受 到焊接热的影响,出现了一定程度再结晶而造成加工 变形组织特征减弱,如图6所示。



图 6 焊接接头各区域的反极图

Fig. 6 Inverse pole figure of each zone of welded joints 3.4 统计分析

进一步对各选定区域进行晶粒大小、取向差等统 计分析,结果如图 7~10 所示。

焊接接头各区域晶粒大小分析如图 7 所示。





从图 7 的晶粒大小分析结果可以看出:粗晶区的 晶粒普遍较大,最大的晶粒超过了 80 μm;焊缝区的 晶粒大小均匀,平均晶粒尺寸约为 20 μm;细晶层的 晶粒非常细小,大部分晶粒直径小于 10 μm;而热影 响区的晶粒大小则较为分散,表明该区域的再结晶 过程不完全,这有可能跟距离焊接热源的远近有关。 距离焊缝越远,受到焊接热的影响越小,再结晶程度 越低。同时,焊接冷却速率过大也将导致再结晶行为 不充分。这从再结晶体积分数统计分析结果(图 8) 中可得到证明。



焊接接头各区域晶粒微取向的分析结果如图 9 所示,粗晶区、焊缝区、细晶层及热影响区都以大角度晶界为主,只有少量的小角度晶界,其中各区域小角度晶界的体积分数分别为 5%,8%,6% 和 18%。



在合金凝固、形变、回复再结晶等过程中,均 有可能形成亚结构和亚晶界,而亚晶界属于小角度 晶界,所以在焊接接头各区域都出现了部分的小角 度晶界^[15]。但是多晶体金属材料的晶界多属于大角 度晶界,小角度晶界基本上是由位错构成。这就解 释了为什么各区域都是以大角度晶界为主,而热影 响区由于残留部分的形变组织,仍然保留一定数 量的位错,相比较而言,其小角度晶界的体积分 数较大。

通过对图 6 中焊接接头各区域内所标记迹线的相 邻晶粒间点对点微取向差分析表明,焊缝区和细晶区 内的相邻晶粒间的点对点微取向差更为明显,如图 10 所示。



图 10 焊接接头各区域点对点微取向差分析结果



图 10 的分析结果表明,各晶粒没有一致的取向, 即晶粒的生长在各个方向上具有一定的等效性,这也 印证了这两个区域内的晶粒大小更为均匀;而粗晶 区,特别是热影响区,相邻晶粒间的点对点微取向差 很小,说明相邻各个晶粒的取向具有相近性。

3.5 热影响区织构分析

通过对热影响区的织构分析(图 11),可得到 相一致的结果。由于受到焊接循环热的影响,焊接接 头的热影响区出现了一定的再结晶织构特征。



图 11 产投资大涨家叫应用9(110) 放图 Fig. 11 EBSD IPFs of heat affected zone in (110) direction image

焊接接头的组织不均匀性导致各个区域的力学 性能也不均匀,其显微硬度分布曲线如图 12 所示。 由图可知,焊接接头硬度分布情况与显微组织有着密 切的关系。在粗晶区,由于晶粒过于粗大,显微硬度 值最低;热影响区由于保留部分形变组织,其显微硬 度还保持着较高值;而熔合区由于激冷凝固形成一层 很薄的细晶层,对接头的力学性能没有明显的积极意 义,其显微硬度值也较低。





焊接冶金过程在一定程度上就是一个熔铸过程, 因升温速度快, 过热度高, 导致冷却过程中熔池内各 个区域的冷却速率不同,且受焊接热循环的影响也 不均匀,最终导致焊接接头各区域出现不同的组织形 态。冷却速率较快的熔合区,是由熔化的基材和填充 金属两部分混合组成的, Zr、Cr 等微量元素容易富 集在固液界面前沿的液相中,阻止其他元素原子的迁 移,且大量来自基材热稳定性好的 Al₃Zr 粒子作为非 匀质形核的核心,从而形成细晶组织。焊缝区铸态组 织的形成,则是由于后凝固的这些区域中溶质含量 的降低, 过冷度也开始降低, 析出的形核质点减少, 从而出现了稍微粗大的枝晶组织。热影响区在焊接 热循环的短时高温作用下,板材中原先析出的大量 Al₃Zr 粒子会出现一定程度的粗化, 但仍然保留在基体 中对位错和亚晶界起到钉轧作用,部分抑制合金板材 的再结晶,也保留了大部分形变组织的强化作用。但 由于焊接循环热影响的强弱,距离焊缝越近,再结晶 程度越大,热影响区各区域的组织与性能也表现出一 定程度的不均匀性。在多道次焊接工艺中, 前一焊道 的焊缝区成为后一焊道的热影响区和熔池边界、焊道 边界两侧均为相同的铸态组织,具有相同的晶体结构, 结构的相似性减小了晶粒取向差,从而非常有利于晶 粒的外延生长,在晶粒合并长大的过程中沿着散热方 向呈现出了一定的方向性,从而在第3、4道焊的交界 面处可以观察到一个明显的粗晶区。同时,可能由于 MIG 焊接焊丝以熔滴形式进入熔池,熔滴比表面积较 大、冷却速率较快,导致在焊道界面产生了少量焊接 气孔,而该区域也成为焊接接头最为薄弱的位置。

4 结论

1) 多层多道 MIG 焊铝镁合金焊接接头由热影响 区、细晶层、焊缝区及粗晶区组成,组织不均匀性非 常明显。焊缝区为较粗大的枝晶组织,晶粒大小约 为 20~30 μm; 热影响区为保留部分形变特征的不完 全再结晶组织,形成部分再结晶织构;在熔合线附 近存在一层细晶组织,晶粒大小均匀,只有几微米; 两焊道交界处的粗晶区,晶粒粗大,最大晶粒超过 80 μm, 且沿散热方向生长。

2) 铝镁合金焊接接头的力学性能也呈现出与显 微组织一致的不均匀性。其中,热影响区因残留部分 形变组织,导致显微硬度值最高,达到 95 HV 左右; 粗晶区晶粒过于粗大,且存在少量气孔,因而成为 接头最薄弱的位置,显微硬度值最低,大约只有 78 HV;细晶层和焊缝区的显微硬度值居中,细晶组织 层的宽度很小,对力学性能的影响不大,而焊缝区组 织疏松,晶粒较为粗大。

参考文献:

- [1] MILLER W S, ZHUANG L, BOTTEMA J, et al. Recent Development in Aluminium Alloys for the Automotive Industry[J]. Materials Science and Engineering: A, 2000, 280(1): 37-49.
- [2] DURSUN T, SOUTIS C. Recent Developments in Advanced Aircraft Aluminium Alloys[J]. Materials & Design, 2014, 56: 862–871.
- [3] CHANG B, ALLEN C, BLACKBURN J, et al. Thermal and Fluid Flow Characteristics and Their Relationships with Porosity in Laser Welding of AA5083[J]. Physics Procedia, 2013, 41: 478-487.
- [4] 罗健,蹇海根,丁智辉,等.5356铝合金焊丝组织与性能的试验对比研究[J].湖南工业大学学报,2016,30(5):92-96.
 LUO Jian, JIAN Haigen, DING Zhihui, et al. An Experimental Comparative Study on the Microstructure and Properties of 5356 Aluminum Alloy Welding Wires[J]. Journal of Hunan University of Technology, 2016, 30(5): 92-96.
- [5] BOUKHA Z, SÁNCHEZ-AMAYA J M, GONZÁLEZ-ROVIRA L, et al. Influence of CO₂-Ar Mixtures As Shielding Gas on Laser Welding of Al-Mg Alloys[J]. Metallurgical and Materials Transactions A, 2013, 44(13): 5711–5723.
- [6] 何长树,王 东,张朝威,等.Al-12.7Si-0.7Mg 合金 脉冲 MIG 焊接头组织与性能 [J]. 材料与冶金学报, 2011, 10(4): 292-295.
 HE Changshu, WANG Dong, ZHANG Chaowei, et al.

Microstructure and Mechanical Properties of Al-12.7Si-0.7Mg Alloy Joints Welded by PMIG Welding[J]. Journal of Materials and Metallurgy, 2011, 10(4): 292–295.

[7] 彭小燕,曹晓武,段雨露,等.7020 铝合金 MIG 焊焊
 接接头的组织与性能 [J].中国有色金属学报,2014,24(4):912-918.

PENG Xiaoyan, CAO Xiaowu, DUAN Yulu, et al. Microstructures and Properties of MIG Welded Joint of 7020 Aluminum Alloy[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2014, 24(4): 912–918.

- [8] LIU H, ZHAO G, LIU C M, et al. Effects of Different Tempers on Precipitation Hardening of 6000 Series Aluminium Alloys[J]. Transactions of Nonferrous Metals Society of China, 2007, 17(1): 122–127.
- [9] 吴豫陇,郑 英,刘胜胆,等.7055 铝合金板材搅拌 摩擦焊接头的组织与力学性能 [J]. 中南大学学报(自 然科学版), 2015, 46(7): 2426-2431.
 WU Yulong, ZHENG Ying, LIU Shengdan, et al. Microstructure and Mechanical Properties of 7055 Al Alloy Sheet Friction Stir Welded Joint[J]. Journal of Central South University(Science and Technology), 2015, 46(7): 2426-2431.
- [10] GUEMINI R, BOUBERTAKH A, LORIMER G W. Study of the Recrystallization Process of AlMgSi Alloys Containing Transition Elements[J]. Journal of Alloys and Compounds, 2009, 486(1/2): 451–457.
- [11] 罗 健, 蹇海根, 徐国新, 等. 退火态 5083 铝合金 焊接接头组织与性能分析 [J]. 湖南工业大学学报, 2017, 31(4): 59-64.
 LUO Jian, JIAN Haigen, XU Guoxin, et al. An

Analysis of Micro-Structure and Properties of Welded Joints of Annealed 5083 Aluminum Alloy[J]. Journal of Hunan University of Technology, 2017, 31(4): 59–64.

- [12] ZHAO J, JIANG F, JIAN H G, et al. Comparative Investigation of Tungsten Inert Gas and Friction Stir Welding Characteristics of Al-Mg-Sc Alloy Plates[J]. Materials & Design, 2010, 31(1): 306-311.
- [13] 李 会,郭继祥,何小勃,等.铝合金 MIG 焊常见 焊接缺陷分析及预防措施 [J]. 电焊机, 2013, 43(4): 72-76.
 LI Hui, GUO Jixiang, HE Xiaobo, et al. Reason Analysis and Precautionary Measure on MIG Weld Defect of Aluminium Alloy[J]. Electric Welding Machine, 2013, 43(4): 72-76.
- [14] 蹇海根, 唐娴敏, 欧 玲, 等. 多道次 MIG 焊铝合金的焊接界面行为研究 [J]. 稀有金属材料与工程,2016,45(2):415-420.
 JIAN Haigen, TANG Xianmin, OU Ling, et al. Interface Behavior of Aluminum Alloy by Multipass MIG Welding[J]. Rare Metal Materials and Engineering,2016,45(2):415-420.
- [15] 陈树君,夏 羽,于 洋,等.铝-镁合金磁脉冲焊 接界面形貌研究 [J].稀有金属材料与工程,2012, 41(2):352-355.
 CHEN Shujun, XIA Yu, YU Yang, et al. Morphology Study of Al-Mg Alloy Magnetic Pulse Welding Interface[J]. Rare Metal Materials and Engineering, 2012,41(2):352-355.

(责任编辑:申 剑)