文章编号: 1004-0609(2013)11-3141-06

复合助焊剂对 AZ31 镁合金 TIG 焊接头组织与性能的影响

彭 建^{1,2},朱 熹¹, 童小山¹, 潘复生^{1,2}

(1. 重庆大学 材料科学与工程学院, 重庆 400044; 2. 重庆市科学技术研究院, 重庆 401123)

摘 要:采用钨极氩弧焊(TIG)方法对 AZ31 镁合金进行焊接实验,研究新型复合助焊剂对 AZ31 镁合金焊接接头 组织的性能的影响,探索优化镁合金焊接质量的方法和工艺。结果表明:实验所使用的新型助焊剂可通过"电弧 收缩"和"表面张力"复合效应来优化焊接热循环,部分助焊剂以原子态进入电弧区域作用于焊接电弧,而熔入 熔池的助焊剂则是通过改变熔池表面张力来加大 AZ31 镁合金焊接熔深,减小熔宽;助焊剂增加熔合区晶粒形核 能力,细化该区晶粒,使第二相呈网状分布,提高 AZ31 镁合金焊接接头的综合力学性能。 关键词: AZ31 镁合金: 新型复合助焊剂: 焊接接头: 显微组织 中图分类号: TG 146.2 文献标志码: A

Effect of compound flux on microstructure and properties of TIG welded joints of AZ31 magnesium alloy

PENG Jian^{1, 2}, ZHU Xi¹, TONG Xiao-shan¹, PAN Fu-sheng^{1, 2}

(1. College of Materials Science and Engineering, Chongqing University, Chongqing 400044, China; 2. Chongqing Academy of Science and Technology, Chongqing 401123, China)

Abstract: GTAW (TIG) method was applied to the AZ31 magnesium alloy's welding and the effects of new compound flux on the microstructure and properties of TIG welding of AZ31 magnesium alloy were investigated to develop new method and technology for promoting the quality of magnesium alloy welding. The results show that the new compound flux can optimize the welding thermal cycle through combining the arc-contraction effect and surface tension effect. Part of the flux runs into the arc region and acts on the welding arc. The melting flux into the pool increases the welding penetration of AZ31 magnesium and reduces the melting width by changing the surface tension of the molten pool significantly. The new flux increases fusion zone grain nucleation capacity, refines the grain, and makes the second phase distribute as network, which improves the mechanical properties of welded joints of AZ31 magnesium alloy.

Key words: AZ31 magnesium alloy; new compound flux; welded joints; microstructure

镁合金具有储量丰富、密度小、比强度高、比刚 度大、阻尼性很好、导热性好、电磁屏蔽能力强、加 工成型性好和可回收利用等一系列优点,是 21 世纪 的绿色工程材料^[1]。镁合金不仅在航空航天工业等尖 端领域中广泛应用,而且也在汽车、电子通讯等日常 制造业中广泛应用。焊接是镁合金连接的首选方法[2]。 焊接技术和焊接材料的新发展为镁合金更广泛的应用 提供了良好的条件,对促进镁合金的产业化进程有着 很重要的作用。

活性化焊接(Activating flux - TIG, 简称 A-TIG) 方法是将特殊研制的活化材料(活性剂)焊前涂敷到被 焊工件表面再进行焊接的方法。在相同的焊接规范下,

基金项目: 国家重点基础研究发展计划资助项目(2007CB613702); 国家自然科学基金资助项目(50725413); 重庆市科委科技计划攻关重点项目 (CSTC, 2009AB4006)

收稿日期: 2011-12-15; 修订日期: 2013-05-20

通信作者: 彭 建, 教授, 博士; 电话: 023-65112291; E-mail: jpeng@cqu.edu.cn

与常规 TIG 焊相比,该方法可大幅度提高焊缝熔深, 提高幅度最大可达 300%。活性化焊接方法起初由前 苏联巴顿焊接研究所在 20 世纪 60 年代研制, 但是直 到 20 世纪 90 年代末期才在欧美国家的研究机构(如 EWI 和 TWI 等)开展广泛的研究^[3-4]。关于活性剂增加 焊缝熔深的机理研究,成为近年来研究的热点,现在 存在两种理论,即电弧收缩理论和表面张力梯度理 论^[5-6]。国内的刘黎明等^[7]、张兆栋等^[8-9]、徐杰等^[10] 对镁合金 A-TIG 焊做了一些研究; 黄勇等^[11-14]、SIRE 等^[13]和何丽君等^[14]对铝合金 A-TIG 焊做了大量的研 究,但大部分研究都是针对单一的助焊剂。目前,通 过试验分析认为,氯化物助焊剂增加熔深的机理主要 是影响焊接电弧,而氧化物类助焊剂主要是影响焊接 熔池表面张力来增加焊接熔深^[15]。目前的研究基本上 都是通过两种理论中的一种来解释助焊剂对镁铝合金 熔深增加机理^[3,16-19],增加焊接熔深机理仍然存在较 大争议,有必要继续开展进一步的研究。

本文作者研究新型复合助焊剂对 AZ31 镁合金交流 A-TIG 焊焊缝组织和性能的影响,探索优化镁合金 焊接质量的方法和工艺,这将有助于减少镁合金焊接缺陷,提高焊接质量,拓展其应用范围。

1 实验

实验选用 3 mm 厚的 AZ31 镁合金挤压型材,试板尺寸为 150 mm×100 mm;焊丝选用挤压成形的 AZ31 镁合金焊丝,直径为 1.6 mm,其化学成分与母材一样(见表 1)。保护气体采用 99.99%的氩气。选用氯化物和氟化物的混合物作为助焊剂,表 2 所列为其化学成分的质量分数。

实验采用钨极氩弧焊方法(TIG)对涂敷助焊剂的

表1 镁合金 AZ31 成分

Table 1Component of AZ31 magnesium alloy (mass fraction,%)

Al	Zn	Mn	Si	Mg
2.5-3.5	0.6-1.4	0.2-1	0.1	Bal.

表2 复合助焊剂的化学成分组成

Table 2Chemical composition of compound flux (massfraction, %)

KCl	NaCl	LiCl	NaF
45	25	24	6

AZ31 镁合金板材进行焊接,研究新型助焊剂的作用 机理。焊接采用对接接头形式,并进行焊前处理,用 砂纸清除坡口区域 30 mm 内的氧化皮,用丙酮清洁坡 口周边的油污。助焊剂的制备、涂敷:先将丙酮和助 焊剂充分混合搅拌,然后均匀地涂敷在试板表面,将 涂敷好助焊剂的试板放入烘干炉烘干1h,除去助焊剂 中的结晶水和作为溶剂的丙酮。用烘干的试板进行焊 接实验,电源采用松下 YC-300WX4 N 型焊接电源, 焊接电流在100~120 A 之间变化,表 3 所列为其他参 数。

采用镊子捏着脱脂棉球沾取苦味酸溶液在焊缝上 进行擦拭的方法来腐蚀接头,腐蚀时间为 20 s,等酒 精风干再密闭保存防氧化。使用 MDS 金相显微镜和 TESCANVEGA 扫描电子显微镜对焊接接头各区域的 组织进行观察和成分检测。焊接接头拉伸性能的测试 在 CMT-5105 电子万能材料试验机上进行,拉伸速度 为 3 mm/min。采用 HV-1000 型维氏硬度计进行焊缝 硬度测试,载荷为 9.8 N,加载时间为 10 s。

表3 焊接规范参数

 Table 3
 Standard parameters of Welding

Parameter	Value
Diameter of tungsten/mm	2.0
Voltage/V	380
Welding speed/(mm \cdot s ⁻¹)	6.0
Wire feed speed/(mm \cdot s ⁻¹)	4.5
Space of tungsten/mm	3
Wire diameter/mm	1.6
Top cone angle/(°)	75
Flow rate of $argon/(L \cdot min^{-1})$	9

2 结果与讨论

2.1 助焊剂对焊缝熔深、熔宽及成型性的影响

焊接电流为 100 A 时,加助焊剂的焊缝熔深约为 1.8 mm,熔宽约为 3.5 mm(见图 1(a));未加助焊剂的 焊缝熔深约为 1.4 mm,熔宽约为 4 mm(见图 1(b))。在 焊接电流为 115 A 时,焊件都能实现焊透(见图 1(c)和 (d)),但是加助焊剂的熔宽明显较未加助焊剂的窄,约 为 4 mm,未加助焊剂的熔宽达到 5.5 mm(见图 1(d))。

焊接电流为 115 A 时,焊缝的宏观形貌如图 2(a) 所示,局部放大如图 2(b)所示。由图 2(b)可以看出, 加助焊剂的焊缝熔宽明显减小,并且焊缝出现明显的 金属光泽。由此可见,本实验采用的助焊剂对 AZ31

第23卷第11期

镁合金的焊接成型性有优化作用,在相同的焊接条件下,助焊剂起到增加 AZ31 镁合金的焊接熔深,减小 熔宽的作用。在凝固过程中,熔池表面受到熔融助焊 剂的保护,避免其与空气接触而氧化,提高了焊缝表面的质量。



图1 助焊剂对焊缝熔深的影响

Fig. 1 Effects of compound flux on welding penetration: (a) With compound flux, welding current 100 A; (b) Without compound flux, welding current 100 A; (c) With compound flux, welding current 115 A; (d) Without compound flux, welding current 115 A



图 2 助焊剂对焊缝熔宽及表面成型的影响

Fig. 2 Effects of compound flux on weld width and weld surface forming: (a) Morphology of weld; (b) Enlarged image of weld morphology

2.2 助焊剂对焊缝微观组织的影响

焊接接头由内向外可分为以下几个区域: 熔合区 FZ(Fusion zone)、热影响区 HAZ(Heat affected zone)和 基材 BM(Base metal),如图 3(a)所示,焊接电流为 115 A 时,焊接熔合区的组织与热影响区和基材的组织明 显不同。由于镁的熔点较低(651 ℃),而且导热很快, 在焊接过程中,大功率焊接热源使近焊缝区金属溶液 熔化,然后快速凝固成典型的铸态 α-Mg 组织,而热 影响区的晶粒较粗大,为过热组织。熔合区的晶粒尺 寸明显比基材和热影响区晶粒尺寸小,可以看出明显 的分界面。进一步观察焊缝区的组织形貌(见图 3(d))





Fig. 3 Microstructures of A-TIG welded joints in different areas: (a) FZ+HAZ+BM; (b) BM; (c) HAZ; (d) FZ

发现, 熔合区由细小的等轴晶及部分树枝晶组成, 出现这一现象是因为: 1) 在焊接过程中, 熔合区的金属吸收大量的热而熔化, 镁合金导热系数大, 凝固时熔合区金属快速散热迅速凝固结晶, 得到细小的 *a*-Mg 组织; 2) 焊接脉冲电流使电弧对熔池产生搅拌力, 在机械搅拌力的作用下, 较大的晶粒被打碎, 形成细小等轴晶组织; 3) 镁合金的熔点低, 导热快, 吸收的焊接热迅速传递到热影响区, 促使晶粒长大(见图 3(c))。

加复合助焊剂的焊缝熔合区晶粒明显比未加复合

助焊剂的熔合区晶粒小。添加复合助焊剂能改变焊接 热输入量的分布,从而优化焊接热循环,增加了熔合 区与基材的温度梯度,使焊缝区散热更快,结晶速度 加快,晶粒得到细化,同时第二相组织β-Mg₁₇Al₁₂沿 晶界大量析出,如图4所示。

目前,助焊剂增加焊缝熔深的机理被认同的主要 有两种。为研究助焊剂的作用形式,本实验对焊缝区 上部、中部、下部进行成分检测,结果均能检测到助 焊剂所含成分,图5所示为焊缝中部的检测结果。在





Fig. 4 Microstructures of weld centers at current of 115 A: (a) With compound flux; (b) Without compound flux



上、中、下3个部分的检测中,Na的含量都远远高于 K的含量,而助焊剂初始成分K高于Na。出现这一 现象的原因是:高温条件下,NaF使助焊剂沸点大大 降低,KCl、NaCl蒸气以原子态进入电弧中。本实验 新型助焊剂的作用机理是复合作用形式:一方面,助 焊剂蒸发并以原子形态包围在电弧外围区域,并不断 捕获该区域的电子形成负离子逃离电弧区,这一过程 使电弧导电性降低,最终造成电弧自动收缩,使电弧 热更集中作用于焊缝,即"电弧收缩"效应;另一方 面,熔融助焊剂进入熔池,作用于焊缝凝固的全过程, LiCl、NaF通过影响熔池表面的张力梯度,来实现改 变熔池 Marangoni 对流方向,加深熔池金属对熔池底 部的冲刷作用,熔池深度增加,即"表面张力"理论。 在这种复合机理的作用下,焊缝熔深增加,熔宽变窄。

2.3 助焊剂对焊接接头力学性能的影响

焊接电流为 115 A 时,焊接接头沿垂直焊缝方向 的硬度分布如图 6 所示。从图 6 中的曲线变化可以看 出,焊接接头的硬度以焊缝中心线为轴呈近似对称分 布;在该焊接实验条件下距焊接接头中心约 4 mm 以 内的区域硬度值较低,涂敷助焊剂的焊接接头焊缝中 心硬度值大约为 60.5HV,而未添加助焊剂焊接接头焊 缝中心硬度值大约为 55.5HV。两种焊接条件下焊接接 头的硬度值都是从焊缝中心向两侧的区域的逐渐增 大,最后达到母材的硬度值,母材的平均硬度值约为 62HV。而添加助焊剂的焊缝平均硬度值明显高于未添 加助焊剂焊缝平均硬度值。新型助焊剂的加入使熔池 的形核质点增多,焊缝晶粒得到细化,同时第二相沿 晶界析出。细小的晶粒和呈网状分布的第二相提高了 焊缝区的硬度值。

对 AZ31 镁合金母材和焊接接头进行拉伸试验, 抗拉强度和断裂位置如表 4 所列。AZ31 镁合金母材 的平均抗拉强度约为 255.3 MPa,添加复合助焊剂的 焊接接头断裂位置在熔合线靠近母材处,抗拉强度为 242.3 MPa,达到母材强度的 94.9%。而未加复合助焊 剂的焊接接头断裂位置在靠近焊缝中心处,抗拉强度 为 208 MPa,达到母材强度值的 81.5%。未加助焊剂 的焊接接头熔合区为铸态组织,力学性能低于母材和 热影响区,所以断裂的位置在焊缝中心处。而加入新 型助焊剂后,焊接热循环得到优化,溶入熔池中的助 焊剂通过影响熔池表面张力改变熔池流向,熔池的机 械搅拌力将较大的晶粒击碎;助焊剂还能增加熔池形 核质点,细化铸态区晶粒,呈网状分布的第二相能有 效地增加铸态区的抗拉强度。新型助焊剂的加入使熔 合区组织细化,力学性能得到提升并优于热影响区, 在外加载荷作用下,焊接接头在熔合线附近的热影响 区发生失效断裂。



图 6 焊接接头的硬度分布

Fig. 6 Hardness distribution of welded joint

表 4 AZ31 镁合金母材及焊接接头的力学性能和断裂位置 Table 4 Mechanical properties of base metal and welded joint of AZ31 magnesium alloy

Material	$\sigma_{\rm b}/{ m MPa}$	Fracture location	
Pasa motal of A721	256		
magnasium allov	253		
	257		
Waldad joints	242	Distance from weld center	
with flux	240	about 4–5 mm	
with hux	245		
XX7 1 1 1 · · ·	205	D' (11 (
welded joints	208	Distance from weld center	
without flux	211		

3 结论

1) 新型助焊剂的加入能使 AZ31 镁合金焊接接头 在较小的电流下实现连接,通过减少热输入量,改变 焊接热的分布,优化焊接热循环,从而细化晶粒。

2) 新型助焊剂在 AZ31 镁合金焊接过程中以"电 弧收缩"和"表面张力"的复合作用机理作用于焊缝。 KCl、NaCl 起到电弧收缩的作用,而 LiCl、NaF 通过 改变熔池的表面张力来增加焊缝熔深,减小熔宽。

3) 新型助焊剂在 AZ31 镁合金焊接过程中具有增 大熔池机械搅拌力,增加铸态区 α-Mg 组织的形核能 力,细化晶粒,优化焊缝成型性的作用,同时使第二 相组织 β-Mg₁₇Al₁₂沿晶界析出。细小的 α-Mg 组织和 呈网状分布的第二相 β-Mg₁₇Al₁₂ 优化了熔合区的组 织,使熔合区力学性能得到提升并优于热影响区,整 个焊接接头的综合力学性能也随着增加。

REFERENCES

- MORDIKE B L, EBERT T. Magnesium: Propertiesapplications-potential[J]. Materials Science and Engineering A, 2001, 302: 37-45.
- [2] 冯吉才, 王亚荣, 张典忠. 镁合金焊接技术的研究现状及应用[J]. 中国有色金属学报, 2005, 15(2): 165-177.
 FENG Ji-cai, WANG Ya-rong, ZHANG Zhong-dian. Status and expectation of research on welding of magnesium alloy[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2005, 15(2): 165-177.
- [3] LUCAS W, HOWSE D. Activating flux increasing the performance and productivity of the TIG and plasma processes[J]. Welding and Metal Fabrication, 1996, 64(1): 11–17.
- [4] LUCAS W. Activating flux improving the performance of the TIG process[J]. Welding and Metal Fabrication, 2000, 68(2): 6-10.
- [5] SIMONIK A G. The effect of contraction of the arc discharge upon the introduction of electronegative elements[J]. Welding Production, 1976 (3): 49–51.
- [6] HEIPLE C R, ROPER J R. Mechanism for minor element effects on GTA fusion zone geometry[J]. Welding Journal, 1982, 61(4): 97–102.
- [7] LIU Li-ming, ZHANG Zhao-dong, SONG Gang, WANG Lai. Mechanism and microstructure of oxide fluxes for gas tungsten arc welding of magnesium alloy[J]. Metallurgical and Materials Transactions A, 2007, 38: 649–658.
- [8] ZHANG Zhao-dong, ZHANG Fan. Spectral analysis of welding plasma of magnesium alloy using flux coated wire[J]. Materials Transactions, 2009, 50(8): 1909–1914.
- [9] 张兆栋, 刘黎明, 沈 勇, 王 来. 镁合金的活性电弧焊接[J]. 中国有色金属学报, 2005, 15(6): 912-916.
 ZHANG Zhao-dong, LIU Li-ming, SHEN Yong, WANG Lai. Activating flux for arc welding of magnesium alloy[J]. The Chinese Journal of Nonferrous Metals, 2005, 15(6): 912-916.
- [10] 徐 杰, 刘子利, 沈以赴, 陈文华. AZ31 镁合金活性 TIG 焊接 头分析[J]. 焊接学报, 2005, 26(10): 54-58.
 XU Jie, LIU Zi-li, SHEN Yi-fu, CHEN Wen-hua. A-TIG weld analysis of AZ31 magnesium alloy[J]. Transactions of the China Welding Institution, 2005, 26(10): 54-58.

- [11] 黄 勇, 樊 丁, 樊清华. 活性剂增加铝合金交流 A-TIG 焊 熔深机理研究[J]. 机械工程学报, 2006, 42(5): 45-49.
 HUANG Yong, FAN Ding, FAN Qing-hua. Mechanism of activating fluxes increasing weld penetration of A-TIG welding for aluminum alloys[J]. Journal of Mechanical Engineering, 2006, 42(5): 45-49.
- [12] 黄 勇, 樊 丁, 邵 锋. 铝合金活性 TIG 焊熔池表面化学 反应分析[J]. 焊接学报, 2010, 31(5): 41-44.
 HUANG Yong, FAN Ding, SHAO Feng. Analysis of chemical reaction on weld pool surface in activating TIG welding of aluminum alloys[J]. Transactions of the China Welding Institution, 2010, 31(5): 41-44.
- [13] SIRE S, MARYA S. New perspectives in TIG welding of aluminums through flux application FBTIG process[C]//Proceedings of the 7th International Symposium. Kobe, Japan, 2001.
- [14] 何丽君,林三宝. 单一成分活性剂对铝合金作用效果的研究
 [J]. 电焊机, 2011(7): 43-46.
 HE Li-jun, LIN San-bao. Effect of activating flux with single component on TIG welding of aluminum alloy[J]. Electric Welding Machine, 2011(7): 43-46.
- [15] 黄 勇, 樊 丁. SiO₂ 增加铝合金交流 A-TIG 焊熔深机理研 究[J]. 焊接学报, 2008, 29(1): 45-49.
 HUANG Yong, FAN Ding. Study of mechanism of SiO₂ increasing weld penetration of AC A-TIG welding for aluminum alloy[J]. Transactions of the China Welding Institution, 2008, 29(1): 45-49.
- [16] MARYA M. Theoretical and experimental assessment of chloride effects in the A-TIG welding of magnesium[J]. Welding in the World, 2002, 46(7/8): 7–22.
- [17] 刘凤尧,杨春利,林三宝,吴 林,张清涛. 活性化 TIG 电弧 光谱分布的特征[J]. 金属学报, 2003, 39(8): 875-878.
 LIU Feng-yao, YANG Chun-li, LIN San-bao, WU Lin, ZHANG Qing-tao. Spectral distribution characteristics of A-TIG welding arc[J]. Acta Metallrugica Sinica, 2003, 39(8): 875-878.
- [18] TANAKA M, SHIMIZU T, TERASAKI H, USHIO M, KOSHIISHI F, YANG C L. Effects of activating flux on arc phenomena in gas tungsten arc welding[J]. Science and Technology of Welding and Joining, 2000, 5(6): 397–402.
- [19] MARYA M, EDWARDS G R. Chloride contributions in flux-assisted GTA welding of magnesium alloys[J]. Welding Journal, 2002, 81(12): 291–298.

(编辑 何学锋)