2195 铝锂合金无减薄搅拌摩擦焊组织与性能研究

王非凡' 厉晓笑' 马潇天^{2,3} 谢聿铭^{2,3} 黄永宪^{2,3} 孟祥晨^{2,3} (1. 北京宇航系统工程研究所,北京 100076; 2. 先进焊接与连接国家重点实验室,哈尔滨工业大学, 哈尔滨 150001; 3. 郑州研究院,哈尔滨工业大学,郑州 450046)

摘要:针对传统搅拌摩擦焊焊缝减薄问题,提出了基于内、外差异轴肩结构设计的无减薄搅拌摩擦焊接方法, 实现了 2195 铝锂合金的一次焊接二次成形焊接。结果表明,6mm 厚 2195-T8 铝锂合金焊后接头无厚度减薄,内 部无缺陷,接头抗拉强度达到 395MPa,达到母材的 68%,接头截面显微硬度呈"W"形分布,拉伸试样断裂于 热影响区,呈 45 % 用的典型韧性断裂特征。

关键词: 2195 铝锂合金; 无减薄; 搅拌摩擦焊; 微观组织; 力学性能 中图分类号: TG453; V261.34 文献标识码: A

Microstructures and Mechanical Properties of Non-weld-thinning Friction Stir Welded 2195 Aluminum Alloys

Wang Feifan¹ Li Xiaoxiao¹ Ma Xiaotian^{2,3} Xie Yuming^{2,3} Huang Yongxian^{2,3} Meng Xiangchen^{2,3}

(1. Beijing Institute of Astronautical Systems Engineering, Beijing 100076;

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

3. Zhengzhou Research Institute, Harbin Institute of Technology, Zhengzhou 450046)

Abstract: Aiming at the problem of weld thinning in conventional friction stir welding joints, non-weld-thinning friction stir welding tool was proposed and manufactured. Two shoulders with different diameters at one side was designed instead of single should of conventional friction stir welding, realizing the actions of first welding and double forming. The results showed that, 6mm thick 2195-T8 aluminum alloy joint after welding has no obvious weld thinning and inner defects. The microhardness distribution presents W shape. The maximum tensile strength of non-weld-thinning joints reached 395MPa, where the joint fractured at heat affected zone, presenting typical ductile fracture characteristics.

Key words: 2195 Al-Li alloys; non-weld-thinning; friction stir welding; microstructures; mechanical properties

1 引言

先进轻质高性能材料的发展与应用是航空航天技 术升级换代的物质基础,低密度、高比强/刚度的耐蚀 铝锂合金是当前航空航天工业中最具有竞争力的金属 结构材料之一^[1~3]。同时,随着搅拌摩擦焊接技术的发 明,铝锂合金的焊接应用取得了革命性变化,有效避 免了传统熔焊中锂元素烧损、气孔和热裂纹等缺陷抑 制难题^[4]。

然而,在常规搅拌摩擦焊过程中,焊接压入量常

导致焊缝发生一定量的减薄,降低焊缝服役过程中的 有效承载面积。并且,一定下压量下诱发的焊缝边缘 与飞边根部的应力集中,会加速接头在循环载荷作用 下的疲劳失效。因此,接头减薄的控制一直是搅拌摩 擦焊研究的重要课题^[5]。李等人^[6]和 Ji 等人^[7]自主设计 制造了搅拌摩擦焊静止轴肩工具,有效抑制了材料的 溢出,基于"零材料损失"的理念,从根本上保证了 焊缝的无减薄焊接。Zhang 等人^[8]进一步改进了搅拌摩 擦焊零减薄的焊具及焊接方法,其采用内凹的轴肩设 计,优化了材料的塑性流动路径,并将材料约束在轴

基金项目: 国家自然科学基金项目(U21**004、521**301、522**350)。 收稿日期: 2023-08-02

肩内部,在防止材料损失的同时,保证了焊缝的稳定成形。Guan等人^[9]提出了无减薄搅拌摩擦焊方法,成功实现了 2.85mm 厚 6082-T4 铝合金的无减薄焊接。上述研究主要集中在 3mm 左右厚度的薄板领域,而对于更厚板材的焊接,缺乏相关试验信息。

本研究面向航天用铝锂合金搅拌摩擦焊焊缝减薄 问题,设计并制造了新型无减薄搅拌摩擦焊焊具,成 功抑制了焊缝的减薄倾向,为铝锂合金的优质焊接提 供了技术支撑。

2 试验材料及方法

2.1 试验材料

试验采用材料为 6mm 厚 2195-T8 铝合金,属于铝 铜锂系合金。2195 铝合金化学组成及力学性能如表 1 和表 2 所示。

表 1 2195-T8 铝合金化学成分 (质量百分比)

材料	Cu	Li	Ag	Fe	Mg	Zr	Ti	Al
2195-T8	3.52	1.07	0.43	0.29	0.27	0.21	0.11	余量

表 2 2195-T8 铝合金力学性能

材料	屈服强度/MPa	抗拉强度/MPa	延伸率/%
2195-T8	533	580	9.7

2.2 试验方法



图 1 无减薄搅拌摩擦焊焊具结构图

无减薄搅拌摩擦焊焊具示意图如图 1 所示。与常规搅拌摩擦焊焊具相比,本试验焊具采用内、外两个 大小轴肩设计,略凸起的内置小轴肩可保证焊接时有 效锻压材料,并促进焊缝成形;外置大轴肩微贴于板 材,达到"似接触未接触"的状态,即采用零压入量 或微压入量来控制焊缝减薄,具体焊具设计如图 1 所 示,以实现焊缝的"一次焊接二次成形"。该焊接方 法以及焊具设计,相较于其他的搅拌摩擦焊减薄控制 策略,具有焊具结构简单易实现的优势,耦合焊具结构设计与成形过程控制两方面实现焊缝的无减薄。

试验用焊具材质为 H13 工具钢,搅拌针根部直径 为 8mm。搅拌针采用内置三铣平面螺纹设计,以增强 焊接过程中的材料塑性流动能力。外置大轴肩的直径 为 20mm。焊接过程倾角设定为1°,下压量采用0.05mm (以外置大轴肩下端面为基准)。焊接速度和旋转速度 为 200mm/min 和 600r/min。

利用 Olympus-MPG3 光学显微镜和 HitachiSU5000 型 扫 描 电子 显 微镜 进 行 宏 微 观 组 织 表 征 。 采 用 HX-1000 维氏显微硬度测试仪分析硬度,加载载荷为 200g,保载时间为 10s。采用电子万能试验机进行拉伸 性能的测试,加载速度为 0.5mm/min;试样拉伸断口 采用 HitachiSU5000 型扫描电子显微镜进行观察。

3 试验结果与分析

3.1 焊接成形特征

图 2a 为搅拌摩擦焊接头表面成形,焊缝无明显减 薄且未观测到飞边等缺陷,如图 2b 所示。对照图 2c 焊具结构示意图可知,内、外轴肩处成形均较好,即 在焊具设计及焊接参数优化下,实现了 6mm 厚 2195 铝锂合金焊缝减薄的有效控制。





图 3 为焊缝对应的三维形貌图,显示了无减薄搅 拌摩擦焊缝各区域的高度变化。焊缝未发生减薄,整 个焊缝区域的最低点要略高于原板材表面。焊缝后退 侧的材料随焊具旋转,塑性流动至前进侧,该区域高 度与原板材的表面相近。在搅拌摩擦焊过程中,搅拌 针扎入待焊工件内部,塑化材料聚于焊具内凹轴肩中。 轴肩下压过程中,焊缝区域材料同时受到轴向向下的 作用力以及垫板施加的向上的反作用力。轴肩向前移 动时,焊具前方的材料不断补充至内凹轴肩内部。原 内部的材料则被挤出留于焊具后方。材料被挤出的瞬 间依旧具有向上运动的趋势,在这种惯性的作用下, 焊缝的高度略高于母材。因此,在本研究设计的无减 薄搅拌摩擦焊焊具以及焊接方法下,焊缝的飞边缺陷 得到了有效控制。焊接过程中无材料流失,无焊缝减 薄,保证了焊缝的有效承载面积以及承载能力;大小 轴肩的设计缓解了常规轴肩区域的应力集中。此外, 无减薄搅拌摩擦焊接省去了焊缝后续的飞边打磨工 序,整体的焊接效率得到大幅提升。



a 焊缝后退侧

b 焊缝前进侧



3.2 接头宏微观组织特征

图 4 为无减薄搅拌摩擦焊接头截面形貌,接头分 为焊核区(WNZ)、轴肩作用区(SAZ)、热机影响区 (TMAZ)、热影响区(HAZ)和母材(BM)。其中, 轴肩作用区包含外轴肩作用区(OUTER-SAZ)和内轴 肩作用区(INNER-SAZ),内、外轴肩高度差0.05mm。 由图 4 可见,在厚度方向上OUTER-SAZ 的作用范围 要远小于 INNER-SAZ 的作用范围。OUTER-SAZ 仅仅 作用于接头的表面和近表面区。外置大轴肩对被挤出 的 INNER-SAZ 和 WNZ 材料进行了二次碾压作用,塑 性材料被回填至行进过程中形成的减薄空腔中,形成 OUTER-SAZ,进而保证了焊接接头的无减薄。在 WNZ 边缘位置形成了洋葱环结构,该结构表明材料的塑性 流动在搅拌针的作用下得到了有效加强。该结果得益 于本试验中搅拌针的螺纹铣平面拓扑结构设计,促进 了优质无缺陷焊缝组织的获得。



图 4 无减薄搅拌摩擦焊横截面宏观金相

图 5 为无减薄搅拌摩擦焊各区微观组织图。在剧 烈塑性变形的作用下,靠近表面的 OUTER-SAZ 区的 晶粒沿水平方向被拉长,如图 5a 所示,其晶粒尺寸比 INNER-SAZ 细小, 归因于 OUTER-SAZ 区近表面, 具 有更好的散热效率。小直径内轴肩作用的区域晶粒表 现出典型的等轴晶形貌, 如图 5b 所示。WNZ 位于焊 缝的中心位置,该区域材料在搅拌针的作用下,发生 了充分的塑性变形。在热力耦合作用下,WNZ 区域的 材料得到了再结晶细化,晶粒尺寸更加细小,如图 5c 和图 5d 所示。由图 5e 可见,TMAZ 区域未经历搅拌 针的直接作用,变形程度较低。但在搅拌头的热作用 以及间接的机械作用下,该区域的晶粒呈现向上拉长 的形态。HAZ 的微观组织特征如图 5f 所示,该区仅受 到了焊接的热循环作用。其晶粒形态与母材近似,仅 尺寸发生了一定程度的粗化。



图 6 为母材内沉淀相形貌,其合金元素原子百分 比如表 3 所示。2195-T8 铝锂合金中沉淀相以 AlCu 相 为主。通过 EDS 能谱分析可确定形态不规则且大小较 大的相由 Al、Cu 和 Zr 三种元素组成,如图 6 内的 A 点和 D 点所示。在晶界上呈棒状的尺寸较小的析出相为 Al-Cu 相,如图 6 中 B 点所示。尺寸更细小的圆形 析出相,为 T₂相(Al₆CuLi₃)和 TB 相(Al₇Cu₄Li)的 混合物,如图 6 中 C 点和 E 点所示。



a 典型区域 b 特殊区域 B 6 母材区域沉淀相分布及标定

χ_{3} χ_{3} χ_{1} χ_{2} χ_{3} χ_{1} χ_{2} χ_{3} χ_{3					
位置	Al	Cu	Zr		
А	60.46	38.41	1.13		
В	75.69	23.92	0.39		
С	87.24	12.77	_		
D	59.54	39.61	0.85		
Е	87.61	11.89	0.50		

長3 图6中各能谱点合金元素含量 at

图 7 为无减薄搅拌摩擦焊接头各区域沉淀相分布 形貌。母材内沉淀相主要在晶界上分布,尺寸较小, 如图 7a 所示。



HAZ 内的沉淀相数量远低于母材,但沉淀相尺寸 较大,说明一部分沉淀相在焊接热作用下出现固溶, 而未完全固溶的沉淀相在热输入作用下进一步长大, 如图 7b 所示。图 7c 为 TMAZ 内的沉淀相分布图。可 以看到,在大塑性变形作用下,晶界上的大尺寸沉淀 相发生了破碎再分布,部分被挤压拉长;部分小尺寸 的沉淀相在晶界上均匀分布。而 WNZ 内的沉淀相由于 受到了更大的机械搅拌作用,破碎成了更细小的颗粒, 部分析出相甚至分布于晶粒内部。通过 EDS 能谱可知 焊缝区域的沉淀相以 T₂ 相(Al₆CuLi₃)和 TB 相 (Al₇Cu₄Li)为主。

3.3 接头力学性能及断裂机制

图 8 为无减薄搅拌摩擦焊接头拉伸试验结果。可以看到,拉伸曲线无明显的屈服现象,接头抗拉强度和断后延伸率分别为 395MPa 和 3.5%。由于受到焊接 热循环影响,热影响区出现晶粒及沉淀相粗化,该区 域硬度低于母材成为接头薄弱区域。因此拉伸过程中 接头沿 HAZ 区以 45 断裂(图 9),呈韧性断裂。



图 8 无减薄焊缝应力-应变曲线



图9 无减薄焊缝断裂路径



图 10 为无减薄搅拌摩擦焊接头断口形貌。如图 10a 所示,断口形貌较为均匀,表面由韧窝和大量塑性 滑移花样组成,证明接头断裂形式为韧性断裂,如图 10b 和图 10c 所示。

图 11 为无减薄搅拌摩擦焊接头硬度分布图。在焊接热输入作用下焊缝整体硬度有所下降。与常规材料焊缝相同,2195-T8 无减薄搅拌摩擦焊焊缝接头硬度呈现"碗状",母材硬度最高(140HV), HAZ 和 TMAZ

硬度逐渐下降至最低,约为120HV,WNZ硬度有所提高(132HV),但仍低于母材。接头硬度的变化与晶粒粗化和沉淀相的固溶粗化等有关。由于接头HAZ硬度最低,因此HAZ是接头的薄弱区域,与拉伸结果一致。



图 11 无减薄接头显微硬度分布云图

基于以上研究可见,本研究开发的无减薄搅拌摩 擦焊方法可成功地实现 2195-T8 铝锂合金高质焊接, 焊后焊缝无减薄,表面平整光滑,接头质量高,有望 在其他材料焊接中实现应用。

4 结束语

a. 开发了无减薄搅拌摩擦焊的方法,成功地对 2195-T8 铝锂合金进行了焊接,焊后焊缝未产生减薄现 象,实现了等厚焊接;

b. 揭示了无减薄焊接的内在机制,内部小轴肩大 压入量保证连接效果,实现一次焊接;外部大轴肩无 压入避免塑性材料溢出焊缝,实现二次成形;

c. 无减薄接头强度较高,在最优化的参数下达到 了 395MPa,达到母材强度的 68%。拉伸过程焊缝在热 影响区呈 45 喻断裂,呈韧性断裂。

参考文献

 1 聂敬敬,龚政轩,孙京丽,等. 2195-2219异种铝合金焊接接头的微观组 织和性能[J]. 材料研究导报,2023,37(2):152~160

- 苏宇,李文亚,杨夏炜,等.2195铝合金叠层搅拌摩擦增材制造数值模拟 研究[J].铸造技术,2022,43(12):1042~1050
- 3 胡丽敏,张帅,李爱文,等.2195铝锂合金轧环的固溶时效工艺研究[J]. 航 天制造技术,2022(3):42~46
- 4 朱志,郑森木,欧晓琴,等.2219铝合金机器人静轴肩搅拌摩擦焊工艺研究[J]. 航天制造技术,2022(5):25~29
- 5 Meng Xiangchen, Huang Yongxian, Cao Jian, et al. Recent progress on control strategies for inherent issues in friction stir welding[J]. Prog. Mater. Sci, 2021, 115: 100706
- 6 李金全. 2219铝合金差速搅拌摩擦焊接特征及接头组织性能研究[D]. 哈尔滨:哈尔滨工业大学,2013
- 7 Ji Shude, Meng Xiangchen, Liu Jianguang, et al. Formation and mechanical properties of stationary shoulder friction stir welded 6005A-T6 aluminum alloy[J]. Mater. Des, 2014, 62: 113~117
- 8 Zhang Huijie, Wang Min, Zhou Weijia, et al. Microstructure-property characteristics of a novel non-weld-thinning friction stir welding process of aluminum alloys[J]. Mater. Des, 2015, 86: 379~387
- 9 Guan Meng, Wang Yuhua, Huang Yongxian, et al. Non-weld-thinning friction stir welding[J]. Mater. Lett, 2019, 255: 126506