中国激光

第10卷 第11期

钛金属的激光焊接

李清修 易搏藤 万乃斌

(天津师范大学物理系)

提要:针对钛金属的性质,做了氧、氮、氢和空气对钛金属焊区的影响的试验,以 及惰性气体保护焊接的工艺试验。试验结果表明了采用惰性气体保护焊接的必要 性。

Laser welding of titanium

Li Qingxiu, Yi Boten, Wan Naibin (Department of Physics, Tianjin Normal University)

Abstract: A series of tests have been made to examine the effects of O_2 , N_2 , H_2 and air on laser welding of titanium and inert gas was used to protect the welding section. Our experimental results indicate the necessity of using inert gas as a protective measure in obtaining satisfactory welding effects.

一、试验结果

1. 氧的影响

分别以不同量的氧加入氩中,然后分别 在这些不同成份的混合气体中进行焊接。发 现焊区表面颜色随氧含量增多,由原银白色 变为黄色,再变到紫蓝色。当氧量很大或纯 氧时,就变为暗灰色。焊区金属的硬度和脆 性,随氧量增加而增大,塑性下降,产生的裂 纹和气泡也越多越严重,焊区金属显得松脆。 图1是焊区严重氧化时产生的裂纹。

在纯氧喷吹进行激光焊接时,有时钛会 剧烈氧化,炽热燃烧气化。

为保证焊区的机械性能, 焊区含氧量必须严格控制在小于 0.15%。



图1 焊区严重氧化时产生的裂纹(放大40倍)

2. 氮的影响

以不同的氮加入氩中,然后分别在这些 不同的混合物中进行焊接。发现焊区表面由 原来银白色变为金黄色,随氮量的增加,颜色 稍有加深。焊区金属硬度和脆性也随之增 大,塑性变小。硬脆化比氧的影响大。随氮 量的增多焊区产生的裂纹、气泡越多越严重。

收稿日期: 1982年4月26日。

因此氮在 焊 区 的 含 量 必 须 控 制 在 小 于 0.05%,才能保持焊区的良好机械性能。 图 2 是焊区严重氮化时产生的贯穿性裂纹。



图 2 焊区严重氮化时产生的贯穿性裂纹 (放大 40 倍)

3. 氢的影响

同上一样,在氢氩不同比例的混合气体 中进行焊接。发现焊区金属状态与用纯氩保 护焊几乎一样,没有发现裂纹和气泡。 经弯 曲、拉伸、摔打试验,没有发现机械性能有不 同。 只是氢的存在显得焊区温度较高,气化 较多,熔坑较深。

4. 在空气中(或氧、氮、氢等的混合气体中)焊接,发现在这种条件下对钛焊区的影响更加显著。焊区冷却时可听到爆裂的咔吧声,焊区金属严重脆化,产生裂纹和气泡,严重时焊区周围有时会出现一些磨茹状体,如图3所示。



(放大40倍)

5. 用纯氩保护,对在真空中退火的钛材 缝焊,在这种条件下没有产生裂纹、气泡,焊 区呈钛金属本来的银白色。焊区金属性能良 好,抗拉强度达 42 千克/毫米³,密封性达到 ~5×10⁻⁹托升/秒,它很有希望制作为心脏 起搏器等仪表器件的密封外壳。

二、焊区状况分析

1. 裂纹产生的原因

激光焊接是非平衡快速加热和冷却过 程。

金属结晶过程中潜热释放不均,可引起 晶粒的表面张力和表面能的积聚现象。加上 金属中不可避免会有些杂质存在,致使金属 原子、晶格点阵不能按理想的情况整齐排列。 因此造成晶格畸变等缺陷,产生超显微裂纹, 它是形成裂纹的胚核。仅限于这些少量的超 显微裂纹对金属的性能一般还影响不大。最 主要的是焊接过程中,氧、氢、氮等的大量侵 入,使这种情况严重扩展。成为有害的裂纹。

2. 气泡产生的因素

(1) 焊件金属内部含有较大量的氢、氧、 氮、碳或结晶水等。

(2) 焊件被氢、氧、氮或水气以及尘埃、 油污等污染,或在这种环境中焊接加工,在焊 区中容易产生诸如 CO、H₂O、H₂、CH₄、O₂、 N₂等气泡。在氧和氮含量较大的气体中焊 接试验时,都发现有严重的气泡产生,如图 4 所示。



图 4 (放大 40 倍)

但在氢的焊接试验中,尚未发现有肉眼 可见的气泡,焊区性能与纯氩保护焊的焊区, 经弯曲、拉伸、摔打,在抗拉强度、塑性和冲击 韧性上均无明显区别。原因可能是钛材含碳 等有害元素少,激光作用时间又很短。在冷 却过程中氢被驱赶到焊区中央高温区逸出表 面,因此,氢的侵入不多,焊区含氢量少,或气

.796.

泡和钛氢化合物来不及大量形成。

(3) 焊件的对接面不平整,并有杂质、灰 尘、油脂等污染,对气泡的形成,影响更是显 著和直接。

(4) 焊接的加热和冷却速度不适当。

(5) 当焊接的激光能量密度控制在正好 熔透焊件厚度时没有发现气泡,若熔深小于 焊件厚度,对于在大气中焊接的焊区,气泡大 多产生在焊斑底部和周壁的熔合线内侧,如 图 3 所示。对于在氧氩或氮氩混合气体中的 焊接,气泡大多产生在焊区中心,如图 2 所 示。这可能是由于氧或氮吹拂焊区表面,使 金属液体表面首先凝固一层钛的氧化物或





(上接第787页)

量。它还避免了量热法的一个麻烦,即要在 一个高的背景温度上去测量一个微小的温度 变化的过程。当然,光声法是一种相对测量, 单用这种方法是不能确定样品对光的吸收系 数以及样品热参数的绝对值的,除非配以其 它方法,在一个标准条件下,进行校准。

参考文献

[1] L. B. Krenzer, C. K. N. Patel; Science, 1971,

氮化物,它们的熔点分别约为2000°C和2940°C,都高于钛的熔点。因此,熔区中的气体被封闭造成气泡。

三、焊区的金相结构

钛金属具有同素异晶转变现象,在885°C 以下为密集六方晶体,称为α钛;在885°C以 上为体心立方晶格结构,称为β钛。合金元素 的加入以及冷却速度会影响这个转变温度。

下面对试验(5)的焊区进行讨论,钛从高 温冷却到低温过程中产生β→α相变。α钛 的β/α相变点,由于激光焊接的急冷有点下 降。但过冷相变的组织与缓冷相差不多,所 产生的α相由于急冷其结晶内部有些变态, 例如产生层合缺陷,或是孪晶、滑移等晶体缺 陷。是针状组织,称为α'相,或称钛的马氏 体,如图5~7所示。有些焊区表面有较明 显的台级状纹道,它可能是马氏体相变时切 变倾动的结果。焊区金属的性能如所测试的 一样,它比母材的硬度稍有提高,塑性和韧性 有些下降,但变化不大。可焊性还好。



45, 173

- [2] R. A. McFarlane, L. D. Hess; Appl. Phys. Lett., 1980, 36, 137.
- [3] P. S. Bechthold et al.; Solid State Commun., 1980, 36, 225.
- [4] Svein Otto Kanstad, Per-Erik Nordal; In frared Phys., 1979, 19, 413.
- [5] M. A. A. Siqueira et al.; J. Appl. Phys., 1980, 51, 1403.
- [6] C. P. Christensen et al.; J. Appl. Phys., 1974, 45, 4954.