

镁合金合金化阻燃研究进展

刘平平*, 李妍, 郑丽, 卢振华

天水师范学院机电与汽车工程学院 甘肃天水 741000

摘要: 镁合金在熔炼和热加工过程中具有很强的氧化性, 目前主要的保护措施有熔剂保护、气体保护和合金化阻燃三种方法。合金化阻燃是最理想保护措施, 通过目前合金化阻燃的基本原理及研究进展, 指出合金化阻燃和无污染气体复合保护是外来镁合金阻燃方向发展的趋势。

关键词: 镁合金; 阻燃; 合金化

1 序言

镁元素在地壳中含量较高, 金属镁具有良好的物理化学性能。镁合金作为工程材料也具有良好性质^[1-4]: 弹性模量较低、重量轻、阻尼性能好、铸造性能优良、机械加工性能良好、散热性好、电磁屏蔽性能良好及再生性高。

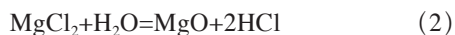
镁合金的比强度远高于铝合金, 但是作为工程材料其应用范围以及应用广度与铝合金相比还有较大差距。究其原因, 镁的化学性质活泼, 在常温下就可氧化, 熔炼时镁熔体极易与空气中的氧和氮发生氧化反应; 另外由于MgO的致密度小于1, 不能像Al₂O₃一样对熔体起到保护作用, 因此在镁及其合金的熔炼过程中极易燃烧甚至爆炸, 为了使加工顺利进行, 必须采取保护措施, 防止熔体氧化燃烧。

在当前的工业生产中, 主要防止氧化的措施有溶剂保护法和气体保护法。

(1) 熔剂保护法 该方法是将低熔点的无机卤盐(包括MgCl₂、NaCl、KCl)在较低的温度下熔化成液态, 在镁合金液面铺开, 以隔离镁液与空气接触, 从而起到保护作用。

根据合金熔炼对熔剂的要求, 一般选择碱金属和碱土金属的氟化盐和氯化盐作为熔剂, 当然其中也包括氧化镁和惰性氧化物。熔剂保护法简单易

行, 在小批量生产过程中应用较多。其主要化学反应如下:



熔剂保护的问题有:

1) 卤盐和氟盐高温下容易挥发, 从而产生某些有毒气体, 如HCl、Cl₂等, 有污染环境及引发安全事故的风险。

2) 熔剂的密度大, 在熔炼过程中熔剂会不断下沉, 为保证覆盖效果, 需要不断添加熔剂, 有降低力学性能的风险。

3) 熔剂在熔炼过程中容易挥发的气体如HCl等, 有可能渗入合金液中, 加速了材料的腐蚀, 降低了材料的使用寿命, 会给材料应用带来极大的安全隐患。

(2) 气体保护法 该方法主要是将熔体和氧气隔绝, 从而防止氧化燃烧。目前, 能够隔绝氧气的气体主要是惰性气体, 最常用的有SF₆、SO₂、CO₂及Ar等。其保护机理如下^[5]。

1) CO₂气体在高温下与镁发生如下反应:



基金项目: 甘肃省科技资助项目(20JR5RA493), 甘肃省高等学校创新能力提升项目(2019B131)。

*通信作者: 刘平平, 工学硕士, 讲师, 研究方向: 镁合金合金化阻燃。

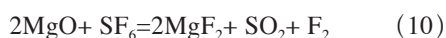
试验证明,处于各种温度下的镁在干燥、纯净的CO₂中氧化速度均很慢,这与表面膜中出现的无定型碳密切相关。这种无定型碳存在于氧化膜的空隙中,提高了氧化膜的致密度,使氧化膜致密度达到 $\alpha = 1.03 \sim 1.15$ 。另外,带正电荷的无定型碳,还能强烈地抑制镁离子透过表面膜的扩散运动,故也能抑制镁的氧化。

2) SO₂与镁熔体的反应式如下:



一方面,SO₂隔绝了镁熔体与空气的接触,另一方面,SO₂与镁熔体发生反应,并在镁熔体表面生成很薄较致密的带有金属色泽的MgS·MgO复合表面膜,可抑制镁的氧化。当SO₂从气氛中消失时,该表面就会破裂,镁熔体即发生燃烧,当温度>750℃时,此膜也将破裂,不再起防护作用。

3) SF₆与熔体的反应式如下:



研究表明,当混合气体SF₆含量很小时,就足以使镁合金液面生成良好的保护膜^[6, 7],但在实际工业生产中,SF₆的体积分数远大于此比例。在达到良好保护效果的前提下,SF₆的用量应尽量减少,这是因为SF₆气体会加速钢制坩埚的腐蚀,从而降低坩埚的使用寿命,增加生产成本。

虽然SF₆气体保护有较多的优点,但SF₆是使地球气候变暖的温室气体,其温室效应是CO₂气体的23900倍^[8]。随着人们环保意识的加强和目前环境污染事件的不断发生,SF₆气体终将被禁止使用。

2 合金化阻燃现状

20世纪50年代,有人基于选择性氧化的原理提出了合金化阻燃法。合金化阻燃法通过添加合金元素,形成致密氧化膜来实现阻燃。相较于其他两种方法简单易行,不会造成环境污染,产生夹杂的风险相对较小,所需设备比较简单,能够实现低成本、高质量的生产,因此具有较大潜力。

镁合金容易氧化燃烧的主要原因有:

1) 镁元素与氧元素之间具有很高的化学亲和力,在高温下容易发生氧化反应,生成氧化镁。

2) 镁元素和氧元素的氧化反应会产生很大的生热,有爆炸风险。

3) 氧化镁结构疏松^[9]。金属氧化时体积会发生变化,其变化程度可用Pilling-Bedworth比(又称 α 值)表示,即

$$\alpha = \frac{\text{氧化物的体积}}{\text{生产氧化物的金属}}$$

式中, α 表示了生成氧化膜的致密性程度^[1,2]。

当 $\alpha > 1$ 时,表示生成的氧化膜体积膨胀,氧化膜致密,可以阻止金属液与氧元素进一步接触,能够降低氧化反应的剧烈程度;当 $\alpha < 1$ 时,因氧化膜的体积收缩而生成多孔疏松的氧化膜,空气中的氧元素可以很容易地到达合金液面,从而与合金发生氧化反应^[10]。就氧化镁来说, α 值约为0.78,因此结构非常疏松(呈多孔状结构),不能阻止镁元素与氧元素的进一步接触,其氧化反应过程因受界面反应过程控制而遵循直线规律^[10]。

最新研究表明,Be、Ca和稀土元素对镁合金有很好的阻燃效果,日本Kyushu国家研究所的SAKAMOTO等^[11, 12]通过研究发现,镁合金中加入Ca可以提高镁在空气中的燃点,不加Ca时镁的燃点约在500℃。刘平等^[13]研究表明,随着Ca含量升高,合金燃点明显升高。ZK60-xCa镁合金燃点见表1。

表1 ZK60-xCa镁合金燃点^[13] (℃)

合金成分	燃点1	燃点2	燃点3	平均燃点
Mg-5.5Zn-0.6Zr-0.5Ca	681	706	687	690
Mg-5.5Zn-0.6Zr-1.0Ca	703	695	697	698
Mg-5.5Zn-0.6Zr-1.5Ca	713	735	720	721

由表1可以看出,随Ca含量的增加,合金燃点随之升高。当合金中 $w_{\text{Ca}} < 1\%$ 时,合金燃点随Ca含量的增加变化较小,但相对于不添加Ca的Mg-5.5Zn-0.6Zr合金来说,燃点已大幅提高。当 w_{Ca} 达到1.5%时,Mg-5.5Zn-0.6Zr-1.5Ca合金燃点达到721℃,相对于添加 w_{Ca} 为0.5%和 w_{Ca} 为1.0%来讲,燃点分别提高了31℃和23℃。

日本东京工艺学院的CHENG等^[14]用挤压铸造生产出了加Ca阻燃、加Zr细化的镁合金铸件,他们的研究表明:添加Ca可以提高Zr在镁合金中的溶解度,从而提高合金的力学性能,随着Ca含量增加,合金铸态组织明显细化,如图1所示^[13]。

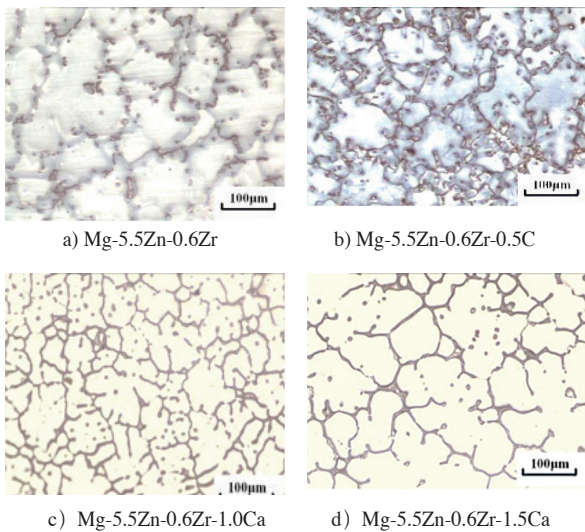


图1 试验合金铸态组织^[13]

Be 也具有 良好的 阻燃 效果，1948 年，BURNS^[15] 系统研究了 Be 在 镁合金 中的 作用，考虑到 镁合金 铸件的 力学性能，他建议 w_{Be} 应 $<0.5\%$ 。虽然 BURNS 对 Be 的 作用作了 比较详细 的研究，但对于 Be 的 抗氧化 作用机理 还缺乏 认识。FOERSTER^[16, 17] 研究了 含 Be 镁合金 的 抗氧化性能，当 Be 含量 达到一定 范围时，可以有效地 阻止 镁合金 的 燃烧，减少 熔剂 的使用。 $w_{Be} \leq 0.0125\%$ 时， w_{Be} 越大，抗氧化性能 越好，而合金 的 力学性能 与合金 中的 Mn、Fe、Be 等的 含量具有 复杂的关系。SPIEGESIVM^[18] 认为，含 Be 镁合金 可以在 SF_6 + 空气 中熔炼，而不需要 在 $SF_6 + CO_2$ 中熔炼。此外，稀土 Ce 也具有 良好的 阻燃效果。黄晓锋等^[9] 研究发现，当 w_{Ce} 达到 1% 时，镁合金 剧烈氧化 燃烧的温度 为 724℃，合金 可以在 没有任何 保护措施 的大气 中熔炼。AES 分析 结果表明，加入 Ce 后合金 液面由 三层组成，分别为 外层、复合层 和内层。外层 氧化膜 主要由 MgO 组成，厚度 约为 110nm，在外层 氧和 镁的 原子分数 都保持在 46% 左右，相应地 w_{Ce} 和 w_{Al} 都 维持在 3% 左右，因此 外层 的主要成分 为 MgO。复合层 的厚度 为 110~250nm，在复合层 Ce 的 浓度上升 迅速，镁的 浓度有所 下降，250nm 以下 镁的 浓度迅速 上升，Ce 的 浓度有所 下降，O 的 浓度降低 最多。内层 是复合层 向基体的 过渡，对 阻燃起到 关键性的 作用。

研究表明，稀土 Y 也具有 很好的 选择氧化的 能力，加入 镁合金 后可以起到 很好的 阻燃作用。RAVI 等^[16] 的研究结果 发现，Y 可以 极大地 提高 纯镁、

AZ91 和 WE43 等 镁合金 的 抗氧化能力 和 阻燃性。WE43 由于 加入 Y 而使得 合金 在 750℃ 时 仍未 燃烧，刘平等 研究表明^[13]，随着 Y 含量 增加，镁合金 燃点 大幅提高，见表 2。

由表 2 可以看出，Y 对 ZK60 合金 燃点 提高 显著。添加 w_Y 至 1% 后，合金 燃点 相对于 ZK60 合金 来讲 提高 172℃，达到 722℃；添加 w_Y 至 2% 后，合金 燃点 提高 186℃，达到 736℃；添加 w_Y 至 3% 后，ZK60 合金 燃点 大幅提高，达到 801℃。

表2 ZK60-xY 镁合金 燃点^[13] (℃)

合金成分	燃点1	燃点2	燃点3	平均燃点
Mg-5.5Zn-0.6Zr	545	563	549	550
Mg-5.5Zn-0.6Zr-1.0Y	713	735	720	722
Mg-5.5Zn-0.6Zr-2.0Y	728	731	748	736
Mg-5.5Zn-0.6Zr-3.0Y	798	812	795	801

樊剑锋^[7, 8] 研究发现，Mg-Y 合金 加入 少量 Ca 后，因可以 大大降低 Y 含量 而达到 很好的 阻燃效果。樊剑锋 分析认为，这是由于 Ca 起到 第三元素 效应所致，刘平等的 试验也 验证了 同样的 效果^[13]，见表 3。在 Ca、Y 复合 加入时，Mg-5.5Zn-0.6Zr-2.0Y-1.0Ca 合金 燃点 达到 最高值，

相对于 Mg-5.5Zn-0.6Zr 合金 燃点 提高了 295℃，达到 845℃。Mg-5.5Zn-0.6Zr-2.0Y-0.5Ca 合金 的 燃点 高于 Ca 单独 加入时的 情况，但 低于 Y 单独 加入时的 情况。Mg-5.5Zn-0.6Zr-2.0Y-1.5Ca 合金 的 燃点 高于 Ca、Y 单独 加入时的 情况。由 XRD 分析 可知，氧化膜 主要由 MgO 和 Y_3O_2 组成。Y 对 MgO、CaO 和 ZnO 有 较强的 置换作用，而 Ca、Mg 对 ZnO 有 较强的 置换作用。

表3 ZK60-2Y-xCa 镁合金 燃点^[13] (℃)

合金成分	燃点1	燃点2	燃点3	平均燃点
Mg-5.5Zn-0.6Zr-2.0Y-0.5Ca	697	711	701	703
Mg-5.5Zn-0.6Zr-2.0Y-1.0Ca	853	839	847	845
Mg-5.5Zn-0.6Zr-2.0Y-1.5Ca	795	801	775	790

3 结束语

面对 镁合金 熔炼 及 热加工 中 会遇到 氧化燃烧 问题，三种 镁合金 阻燃 方法 均具有 较好的 保护效果，并 得到 广泛应用。但 三种 阻燃 方法 又都 具有一定的 局限性和 工艺上 无法克服 的一些 缺陷，就 应用前景

来看,溶剂法无法满足目前高精度生产的要求,必将被淘汰;而气体保护法又面临着环境污染的巨大难题,在新世纪里无法满足环保要求,除非发现新的环境友好型保护气体,否则气体保护法也将被禁止。综合以上原因,合金化阻燃法是镁合金阻燃方法中最为理想的,今后的研究工作应集中在没有环境污染保护气体的状态下,开发具有更大阻燃作用的合金化元素。

参考文献:

- [1] 许小忠,刘强,成军.镁合金在工业及国防中的应用[J].华北工学院学报,2002,23(3):190.
- [2] 邓玉永,朱江,李立.新型金属材料镁合金的发展前景分析[J].科技导报,2002(10):37.
- [3] 叶久新,陈明安,周键,等.镁合金及其成型技术在工业中的应用[J].湖南大学学报,2002,29(3):112.
- [4] 张诗昌,段汉桥,蔡启舟,等.主要合金元素对镁合金组织和性能的影响[J].铸造,2001,50(6):310.
- [5] 蔡叶,苏华钦.镁合金熔炼过程的若干问题[J].能源与利用,1994:4-6.
- [6] RAVI Kumar N V, et al. Effect of alloying elements on the ignition resistance of magnesium alloys[J]. Scripta Materialia, 2003, 49: 255-230.
- [7] 樊建锋,杨根仓,周尧和,等.Mg-3.5Y-0.8Ca阻燃镁合金的高温氧化特性[J].中国有色金属学报,2006,16(10):1716-1723.
- [8] 樊建锋,杨根仓,周尧和.Mg-3.5Y-0.8Ca阻燃镁合金的表面氧化膜结构研究[J].稀有金属材料与工程,2007,36(8):1326-1330.
- [9] 黄晓锋,周宏,何镇明.阻燃镁合金起燃温度的研究[J].稀有金属材料与工程,2002,31(3):221-224.
- [10] ERICK S C, KING J F, MELLERUD T. Conserving SF₆ in Magnesium melting operations[J]. Foundry Mangement & Technology, 1998, 16(6):38-49.
- [11] SAKAMOTO M. Mechanism of non-combustibility and ignition of Ca-bearing Mg melt[C]. Proceedings of the Fifth Asian Foundry Congress, 1997: 380-389.
- [12] SAKAMOTO M. Characterization of the oxidation surface layer on the non-bearing Mg Melts[C]. Proceedings of the Fifth Asian Foundry Congress, 1997: 465-476.
- [13] 刘平平,郝启堂. Ca、Y对ZK60合金阻燃性能的影响[J]. 热加工工艺, 2009, 38(8): 38-42.
- [14] CHENG S Y. Mechanical properties and structure of ignition-proof Mg-Ca-Zr alloy produced by squeeze casting[J]. Materials Transactions, 1997, 38(6): 526-535.
- [15] BUMS J R. Beryllium in magnesium casting alloy[J]. Transaction of the ASM, 1948, (40): 143-148.
- [16] FOERSTER G. A new approach to magnesium die casting[J]. Advanced Materials & Processes, 1998, 154(4): 79-81.
- [17] FOERSTER G. Oxidation resistant magnesium alloy: United States Patent, 454334[P]. 1984.
- [18] SPIEGELBERG W. The effects of beryllium additions on Magnesium[J]. Advanced Materials & Processes, 1999, 165(4): 89-91.

MW 20210508

《金属加工(热加工)》2021年第6期广告目次

单位名称	查询编号	位置
Carl Cloos Schweisstechnik GmbH (德国克鲁斯公司)	0124	封面 A
阿帕奇(北京)光纤激光技术有限公司	5356	封二
伊达新技术电源(昆山)有限公司	1925	封三
易孚迪感应设备(上海)有限公司	1492	封底
昆山京群焊材科技有限公司	5123	前彩 1
十堰天舒机电科技有限公司	1947	前彩 2
深圳智创国际会展有限公司	5342	前彩 3
南通振康焊接机电有限公司	1362	前彩 4

单位名称	查询编号	位置
北京金威焊材有限公司	1161	前彩 5
珠海福尼斯焊接技术有限公司	5337	前彩 6
上海通用电焊机股份有限公司	5174	前彩 7
易格斯(上海)拖链系统有限公司	1298	前彩 8
慕尼黑展览(上海)有限公司	8039	III
中国热处理行业协会	8149	V
公益广告	8000	114