# 一种铸造镍基高温合金的凝固行为 \*

孙晓峰1) 殷凤仕1,2) 李金国1)

侯贵臣<sup>1</sup>) 郑 启<sup>1</sup>) 管恒荣<sup>1</sup>) 胡壮麒<sup>1</sup>) 1)中国科学院金属研究所, 沈阳 110016 2)山东理工大学机械工程学院, 淄博 255012

**摘 要** M963 合金的凝固顺序为: L→L+ $\gamma \rightarrow$ L+ $(\gamma' + MC)$ + $\gamma \rightarrow (\gamma + \gamma') + (\gamma + MC)$ + $\gamma \rightarrow (\gamma + \gamma') + (\gamma + MC)$ + $\gamma + \gamma'$ ; 凝固组织呈树枝状结构,由  $\gamma$  固溶体基体、  $\gamma'$  析出相及分布在枝晶间区的骨架状 MC 碳化物和  $(\gamma + \gamma')$ 共晶组成; 碳降低合金的液相线温度和  $(\gamma + \gamma')$  共晶温度,提高 MC 碳化物的形成温度,增加 MC 碳化物的体积分数,降低  $(\gamma + \gamma')$  共晶的体积分数,高熔点元素 W 和 Co 在枝晶干偏聚, Al, Ti, Nb, Cr 和 Mo 在枝晶间偏聚.

**关键词** 镍基高温合金,凝固,显微组织,差热分析 **中图法分类号** TG132.3, TG244 **文献标识码** A **文章编号** 0412-1961(2003)01-027-03

# SOLIDIFICATION BEHAVIOR OF A CAST NICKEL-BASE SUPERALLOY

SUN Xiaofeng<sup>1</sup>), YIN Fengshi<sup>1,2</sup>), LI Jinguo<sup>1</sup>), HOU Guichen<sup>1</sup>), ZHENG Qi<sup>1</sup>), GUAN Hengrong<sup>1</sup>), HU Zhuangqi<sup>1</sup>)

1) Institute of Metal Research, The Chinese Academy of Sciences, Shenyang 110016

2) College of Mechanical Engineering, Shandong University of Technology, Zibo 255012

Correspondent: SUN Xiaofeng, professor, Tel: (024)23971758, E-mail: xfsun@imr.ac.cn

Manuscript received 2002-04-11, in revised form 2002-07-10

**ABSTRACT** The solidification behavior and as-cast microstructure feature of a cast nickel-base superalloy M963 have been investigated by SEM (EDXS) and DTA. The results show that the solidification sequence of M963 superalloy is as follows:  $L \rightarrow L + \gamma \rightarrow L + (\gamma' + MC) + \gamma \rightarrow (\gamma + \gamma') + (\gamma + MC)\gamma \rightarrow (\gamma + \gamma') + (\gamma + MC) + \gamma + \gamma'$ . The as-cast microstructure is dendritic and consists of  $\gamma$  solid solution matrix,  $\gamma'$  precipitate, the script-like *MC* carbide and  $(\gamma + \gamma')$  eutectic in the interdendritic region. Carbon causes a decrease in liquidus and  $(\gamma + \gamma')$  eutectic temperature, and an increase in *MC* carbide formation temperature, thus decreases the volume fraction of  $(\gamma + \gamma')$  eutectic and increases the volume fraction of *MC* carbide. The refractory element W and Co are rich in dendrite arm but Al, Ti, Nb, Cr and Mo rich in interdendritic region.

KEY WORDS cast nickel-base superalloy, solidification, microstructure, DTA

M963 是一种镍基铸造多晶高温合金,含有较多的 W, Mo, Nb 等难熔元素,因而具有较高的高温强度和承 温能力,但塑性较低,尤其是在高温使用温度范围<sup>[1]</sup>.前 期的研究工作证明,合金的铸造工艺及凝固后的铸态组织 对该合金的性能有显著的影响<sup>[2,3]</sup>.因此,必须对该合金 的凝固过程和凝固组织的特点进行深入地研究,以便合理 地制定铸造工艺,获得良好的铸态组织.

已有许多研究者采用差热分析 (DTA) 等方法研究了

IN100 镍基铸造高温合金的凝固行为<sup>[4-8]</sup>,但针对 W, Mo, Nb 等难熔元素含量较高的铸造镍基高温合金的凝 固行为的研究较少,对其凝固过程及凝固组织的形成规律 还不清楚.本文拟通过金相显微镜、扫描电镜、电子探针、 X 射线衍射及差热分析技术对 M963 合金的凝固过程及 凝固组织特点进行详细地研究.

## 1 实验方法

通过真空感应熔炼制备 M963 母合金棒,其化学成 分 (质量分数, %)为: C 0.10, Cr 9.04, Co 9.95, W 10.32, Mo 1.68, Al 5.85, Nb 1.04, Ti 2.47. 切取约 4.8 kg 母合金在 VIM-25F 真空感应炉中重熔铸造直径 为16 mm 圆棒. 浇注温度和模壳预热温度分别为 1450 ℃

<sup>\*</sup> 收到初稿日期: 2002--04-11, 收到修改稿日期: 2002--07-10 作者简介: 孙晓峰, 男, 1964 年生, 博士, 研究员

和 850 ℃.为获得不同碳含量的 M963 合金,重熔时向 炉内分别补加少量的碳.在重熔浇注的圆棒试样上截取金 相试样.采用 CuSO<sub>4</sub>+HCl+H<sub>2</sub>SO<sub>4</sub>+H<sub>2</sub>O 腐刻剂蚀刻 组织,在金相显微镜和扫描电镜上观察组织,通过电子探 针测定合金的枝晶偏析.采用 X 射线衍射确定合金的相 组成. ( $\gamma + \gamma'$ ) 共晶的体积分数在金相照片上通过数点 法测定面积来确定,碳化物的体积分数通过 Cambridge S-360 扫描电镜上的定量分析仪测定.

差热分析 (DTA) 用样品直径 2.5 mm, 长 3 mm. 样 品加热到 1460 ℃保温 1 min 后以 10 ℃ /min 的速度冷 却测定 DTA 曲线.

#### 2 实验结果与分析

图 1 是合金的铸态显微组织.可见,铸态 M963 合金 呈典型的树枝状结构,存在明显的枝晶偏析 (图 1a).电 子探针分析结果 (表 1)表明枝晶干富 W 和 Co,枝晶间 富 Al, Ti, Nb, Cr 和 Mo,说明在 M963 合金中 W 和 Co 为负偏析元素, Al, Ti, Nb, Cr 和 Mo 为正偏析元 素.扫描电镜背散射电子像 (图 1b)显示合金的组织由  $\gamma$ 固溶体基体、 $\gamma'$ 析出相及分布在枝晶间区的骨架状碳化 物和 ( $\gamma + \gamma'$ )共晶组成.高倍观察发现  $\gamma'$ 析出相在枝晶 间和枝晶干上的尺寸不同 (见图 2),枝晶间上的  $\gamma'$ 析出 相比枝晶干上的尺寸大.能谱分析表明, ( $\gamma + \gamma'$ )共晶的 成分为 (原子分数, %): Al 15.70, Ti 5.47, Cr 3.65, Co 7.31, Ni 64.54, Nb 1.28, W 1.50; 碳化物的成分为 (原



图 1 M963 合金的铸态显微组织

- Fig.1 Dendritic structure and segregation of as-cast M963 superalloy
  - (a) optical micrograph (b) SEM micrograph

表 1 电子探针分析结果

	Table I	I ne	results	or	electron	prope	microanalysis	5
--	---------	------	---------	----	----------	-------	---------------	---

		(mass fraction,%)
Elements	Interdendritic area	Dendritic area
Al	5.04	3.83
Ti	2.43	1.47
$\mathbf{Cr}$	9.93	8.99
Co	9.82	11.42
Ni	63.91	58.94
W	6.25	10.84
Nb	1.58	1.05
Mo	2.90	1.77



图 2 铸态 M963 合金中  $\gamma'$  析出相的形貌

Fig.2 Morphology of  $\gamma'$  in as-cast M963 superalloy at interdendritic region (a) and dendritic arm (b)

子分数, %): Al 1.11, Ti 40.32, Cr 3.47, Co 1.64, Ni 13.54, Nb 20.73, Mo 3.98, W 15.21. X 射线衍射分析 表明, 铸态 M963 合金中的碳化物主要是 *M*C 型. 骨架 状 *M*C 碳化物分布在枝晶间区说明 *M*C 碳化物不可能 是最先形成的相.

定量分析发现,显微组织中的  $(\gamma + \gamma')$  共晶和 MC 碳化物的体积分数与碳含量有关 (见表 2). 随着碳含量的 升高, MC 碳化物的量增加而  $(\gamma + \gamma')$  共晶的量减少.

图 3 是 M963 合金在冷却过程中测定的 DTA 曲线. 在 DTA 曲线上存在 4 个比较明显的放热峰,分别标记 为  $P_1, P_2, P_3$  和  $P_4$ . 根据文献 [5—8], DTA 曲线上的 这 4 个放热峰分别对应如下 4 个反应:  $P_1: L \rightarrow \gamma; P_2:$ L  $\rightarrow \gamma + MC; P_3: L \rightarrow \gamma + \gamma'; P_4: \gamma \rightarrow \gamma'.$ 

表 2 碳含量对  $(\gamma + \gamma')$  共晶和 MC 碳化物体积分数的影响 Table 2 Effect of carbon content on the volume fraction of  $(\gamma + \gamma')$  eutectic and MC carbide

	· · ·	
С	Volume fraction of	Volume fraction
%	eutectic $(\gamma + \gamma')$ , %	of MC carbide, %
0.1	3.6	0.49
0.13	2.9	1.04
0.16	2.4	1.79



图 3 碳对 M963 合金冷却过程 DTA 曲线的影响

Fig.3 Influence of carbon content in M963 alloy on the DTA thermogram during cooling process
(a) 0.13%C
(b) 0.16%C

含碳量不同,这些峰的位置和高度也不同,提高碳含量, P<sub>3</sub>和 P<sub>4</sub>峰的位置向低温方向移动, P<sub>2</sub>峰的位置向高温方向移动 (见表 3), P<sub>3</sub>峰因碳含量的提高而变得不明显, P<sub>2</sub>峰则相反 (图 3).

根据以上 DTA 分析结果和铸态显微组织特点, M963 合金的凝固过程可以描述为: 当液态合金冷却到液 相线时,首先从液态金属中析出 γ 固溶体并以枝晶方式 长大; 随着温度的降低,  $\gamma$  相枝晶长大, 同时正偏析元素 Al, Ti, Nb, Cr 和 Mo 在固液界面前沿富集, 当 MC 碳 化物形成元素 Ti, Nb 增加到一定程度时,从液相中将同 时析出  $\gamma$  固溶体和 MC 碳化物, 即发生 L  $\rightarrow \gamma + MC$  共 晶反应,由于 MC 碳化物是以共晶方式形成的,所以具 有骨架状的形貌特征 (图 1b);随着  $\gamma + MC$  共晶反应的 进行和枝晶的长大,在枝晶间最后剩余的液相中, $\gamma'$ 相 形成元素 Al, Ti 和 Nb 进一步富集, 在  $\gamma + \gamma'$  共晶温度 形成  $\gamma + \gamma'$ ; 再继续降低温度,发生从  $\gamma$  固溶体中析出  $\gamma'$ 相的反应,由于枝晶间  $\gamma'$ 相形成元素富集,析出的  $\gamma'$ 相尺寸比枝晶干上的大 (图 2). 冷却到室温就得到了图 1 所示的铸态组织. 合金中的碳含量越高,  $\gamma + MC$  共晶 反应消耗的 γ' 相形成元素 Ti 和 Nb 越多, 因此最后形 成的  $\gamma + \gamma'$  共晶也就越少 (表 3).

表 3 碳含重对 M963 合金疑固仃为的影	表	碳含量对	3	<b>長 3</b> 碳含量对 M963	合金凝固行为的影响
------------------------	---	------	---	----------------------	-----------

 
 Table 3 Effect of carbon content on the solidification behavior of M963 superalloy

Transformation Temp.	C mass fraction,%		
	0.13	0.16	
Liquidus, C	1344	1342	
$P_1 (L \rightarrow \gamma), C$	1332	1332	
$\mathbf{P_2} \ (\mathbf{L} \rightarrow \gamma + M\mathbf{C}), \ \mathbf{\hat{C}}$	1309	1313	
$\mathbf{P}_3 \ (\mathbf{L} \rightarrow \gamma + \gamma'), \ \mathbf{\hat{C}}$	1243	1237	
$P_4 \ (\gamma \rightarrow \gamma'), \ C$	1190	1184	

### 3 结论

M963 合金的凝固顺序为,  $L \rightarrow L + \gamma \rightarrow L + (\gamma' + MC) + \gamma \rightarrow (\gamma + \gamma') + (\gamma + MC) + \gamma \rightarrow (\gamma + \gamma') + (\gamma + MC) + \gamma \rightarrow (\gamma + \gamma') + (\gamma + MC) + \gamma + \gamma' 凝固组织呈树枝状结构, 由 <math>\gamma$  固溶 体基体、  $\gamma'$  析出相及分布在枝晶间区的骨架状 MC 碳 化物和  $(\gamma + \gamma')$  共晶组成, 碳降低合金的液相线温度和  $(\gamma + \gamma')$  共晶温度, 提高 MC 碳化物的形成温度, 增加 MC 碳化物的体积分数, 降低  $(\gamma + \gamma')$  共晶的体积分数; 高熔点元素 W 和 Co 在枝晶干偏聚, Al, Ti, Nb, Cr 和 Mo 在枝晶间偏聚.

#### 参考文献

- Yuan C, Sun X F, Yin F S, Guan H R, Hu Z Q, Zheng Q, Yu Y. J mater Sci Technol, 2001; 17: 425
- [2] Yin F S Sun X F, Li Y B, Yu Y, Zhen Q, Guan H R, Hu Z Q. Acta Metall Sin, 2003; 39: 75
  (殷凤仕,孙晓峰,李耀彪,于 洋,郑 启,管恒荣,胡壮麒. 金属学报, 2003; 39: 75)
- [3] Li Y B, Sun X F, Zhang C Z, Yin F S, Zheng Q, Hou G C, Yu Y. Mater Mech Eng, in press (李耀彪, 孙晓峰, 张承忠, 殷凤仕, 郑 启, 侯贵臣, 于 洋. 机械工程材料, 待发表)
- [4] Burton C J. Proceedings of the Third International Symposium on Superalloys. Baton Rouge: Claitor Publishing, 1976: 147
- [5] Ouichou L, Lavaud F, Lesoult G. Proceedings of the Fourth International Symposium on Superalloys. New York: American Society for Metals. 1980: 235
- [6] Sponseller D L. Superalloys 1996. New York: The Minerals, Metals & Materials Society, 1996: 259
- [7] Zou J, Wang H P, Doherty R, Perry E M. Superalloys 1992. New York: The Minerals, Metals & Materials Society, 1992: 165
- [8] Yukawa N, Murata Y, Noda T. In: Gell M, Radvich J F eds, Superalloys 1984, Proceedings of the Fifth International Symposium on Superalloys, New York: Metallurgical Society of AIME, 1984: 83