



65Nb 新材料在保持架冲模中的应用

瓦轴集团公司技术中心 (辽宁瓦房店 116300) 王江山 姚艳书

由于圆锥滚子轴承市场需求量增多,保持架窗孔模具消耗也随之增多,原有模具寿命和质量已不能满足现行加工保持架的质量要求。我们决定采用 65Nb 新模具材料,并推广应用冷作模具钢 65Nb,开始了应用新型模具材料的研制试用历程。

一、研制的基本方案

为了加快研制过程,我厂同襄阳轴承厂达成协议,由其按我方提供的 197726 冲孔凸、凹模图样,先加工出 197726 冲孔凸、凹模各 2 个,并向我公司提供 1.5t 原材料作为第一批研制之用,在小范围内试用,用 65Nb 代替 GCr15 制作圆锥滚子轴承保持架冲孔凸、凹模。并由供应公司负责采购 65Nb 新模具材料 10t,以备研制成功后,扩大试验范围时使用。并成立了攻关小组,主要是在热加工方面攻关,针对 65Nb 新模具材料的加工性能进行研究,尤其是材料锻造热处理工艺是主攻方向。

二、模具的加工工艺过程

1. 保持架冲孔凸、凹模结构

图 1 和图 2 分别是 197726 规格圆锥滚子轴承保持架窗孔凸模和凹模简图。

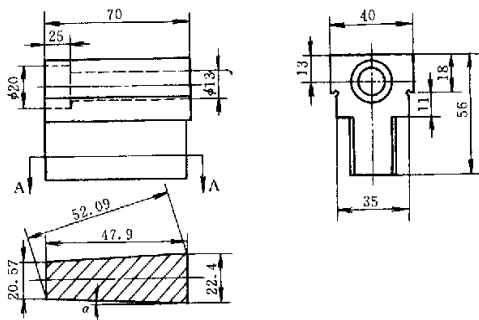


图 1 凸模简图

2. 65Nb 新材料模具的化学成分

65Nb 新材料的化学成分如下表所示。

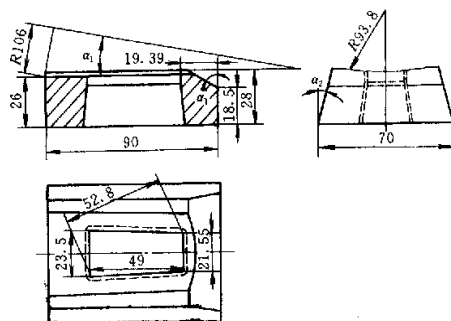


图 2 凹模简图

65Nb 新材料化学成分 (质量分数) (%)

C	Cr	W	Mo	V	Nb	Si	Mn	S	P
0.6~0.7	3.3~4.4	2.5~3.0	2.0~2.5	0.82~1.1	0.2~0.3	≤0.35	<0.4	≤0.03	≤0.03

由表中可知: 65Nb 是多元高合金钢, 合金元素控制在 $w_W = 3\%$ 、 $w_{Mo} = 2\%$ 、 $w_{Cr} = 4\%$ 、 $w_V = 1\%$ 、 $w_{Nb} = 0.25\%$, 具有高耐磨性, 高韧性、高抗疲劳性。使钢中 $w_C = 0.6\% \sim 0.7\%$, 除满足与 Cr、Mo、W 等元素形成 $M_{23}C_3$ 、 M_6C 、 M_2C 、 $(FeM)_3C$ 之类分子式中的定比关系所需要的碳, 还要满足 V、Nb 元素形成的 MC 、 $(FeM)_3C$ 碳化物中的定比碳量, 并保证基体中所需要的碳固溶度。通过对合金元素的合理控制, 从而得到合适的碳固溶度和合金化程度的基体, 淬火后模具易得到高强韧性。

65Nb 钢中所含有的 $0.2\% \sim 0.3\%$ 的 Nb 元素, 具有特殊作用: 它显著增强原子间结合力, 能与 W、Cr、Mo、V 生成多种稳定碳化物, Cr 形成 $M_{23}C_6$ 、 M_7C_3 型碳化物在较低温度加热就能溶入



基体,提高钢的淬透性,在回火时能延缓马氏体中 M_2C 的析出而提高回火稳定性,经充分回火析出弥散型 M_2C ,产生较强烈的二次硬化; Mo 、 W 生成 MoC 、 $(FeM)_3C$ 碳化物提高回火稳定性。 Nb 、 V 合金元素形成高硬度(2000~2700HV)和高熔点(接近1200℃)的 NbC 、 VC 碳化物,使钢的耐磨性、抗回火性得到提高;其中尤其是 Nb 微量溶入到基体后,使奥氏体晶粒的粗化温度提高,因而65Nb的淬火温度范围变宽; Nb 还部分溶入 $(Fe\cdot M)_3C$ 中,提高碳化物稳定性,使淬火加热时溶入奥氏体中的碳量得到控制,有利于淬火马氏体的强韧化。总之,由于 Nb 元素本身特点以及 V 、 Mo 、 W 、 Cr 等元素相互作用,使65Nb钢具有很高的力学性能,如抗弯强度、冲击韧度、断裂韧度等很好的加工性能,可以满足冷锻模具的工作条件。

3. 65Nb新材料模具坯料的锻造工艺

锻造时加热始锻、终锻温度如图3所示,锻造比均为6~8,采用三镦三拔,轻、重、轻的多遍反复锻造法,使碳化物尽可能均匀化,锻造后应为珠光体上均匀分布细粒碳化物组织。锻造设备选用煤气加热炉和空气锤,锻造检测仪器选用光学高温计和卡尺。

其65Nb加热、锻造、冷却工艺曲线见图3。

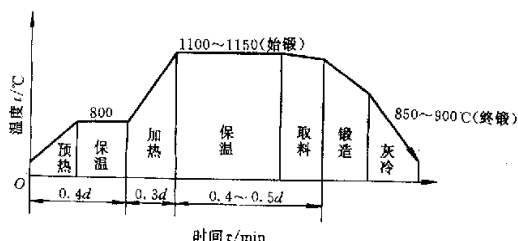


图3 65Nb加热、锻造、冷却工艺曲线

65Nb材料加热、锻造、冷却工艺要求:

(1) 加热 65Nb钢导热性较差,锻造时必须缓慢加热,锻造前要保证坯料烧透。其加热过程如下:预热→保温(800℃)→加热→保温(1100℃~1150℃)。将坯料缓慢加热到保温800℃左右,在此温度下适当保温(其加热及保温时间按0.4d计算),然后再快速加热到1100~1150℃(加热时间按0.3d计算),即始锻温度以后进行保温均热(保温时间按0.4d~0.5d计算),在保温过程中应经常翻转坯料,改变其受热面以达到坯料内外温度

均匀。

(2) 锻造 毛坯料从炉中取出上锤锻造时,要遵循“两轻一重”(高温、低温阶段轻打,中间温度重打)的操作原则:操作时根据坯料端面对角线区域的温度变化,适当调整锤击频率,避免由热效应造成变形区温度过高,也要注意防止温度过低;拔长时切忌在锻件的同一部位进行连续打击,以防产生端面方向上的“十字”裂纹,最好采用单向送进拔长(不采用翻转送进法);锻件的两个端面与下砧面接触的时间尽量均等,防止某一端面明显降温;冲扩孔时,冲头应预热300℃左右,再进行冲扩孔操作;低于终锻温度(850~900℃)时,坯料必须进行重新加热;锻造的火次根据每种锻件的实际加工需要而定。

(3) 冷却 锻造后锻件应缓慢冷却,要求采用灰冷。

4. 65Nb新材料模具的退火、淬火、回火工艺

退火设备:RJT-100-9推杆式电炉,装炉量:1.0~1.2t;其工艺曲线见图4。

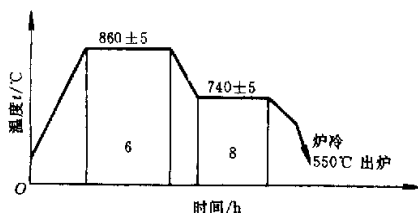


图4 65Nb退火工艺曲线图

淬火设备:RYD-100-8电极式盐浴炉(预热用)和DM-45-13埋入式盐浴炉(最终加热用),其工艺曲线见图5。

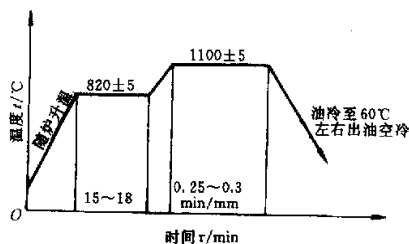


图5 65Nb材料淬火工艺曲线图

回火设备:RJJ-36-6井式电阻炉,其工艺曲线见图6。

需要说明的是,淬火后应及时回火,回火后

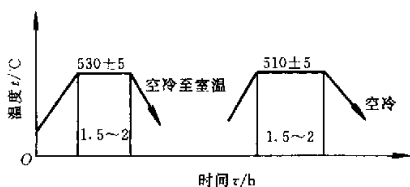


图6 65Nb回火工艺曲线图

工件不得水冷，回火后待工件冷至室温方可清洗。

5. 研制中出现的主要问题和采取的对策

研制过程中出现的主要问题是热处理工序。由于65Nb材料导热性能极差、敏感性极强，在淬火中很难掌握得准确无误。因此淬火后往往出现裂纹，造成废品。裂纹分两种，一种是宏观裂纹，淬、回火后就可发现，另一种是微观裂纹，在磨加工后才可发现，此外，淬火后，硬度值有时也出现偏低现象。

为了解决这一关键问题，避免废品出现，我们采取了如下对策。

(1) 为了保证热处理不出现裂纹，对冷加工采取两条对策：加工外形尺寸时，表面粗糙度必须达到 $R_a 6.3\mu m$ ，不允许有明显过粗、过深的刀花纹；磨加工表面时，严格控制进给量，避免表面烧伤。

(2) 热处理工序采取5条对策：对GCr15、65Nb两种材料一定区分来处理；盐浴炉温度计保证值准确，事前可作好严格校正；严格按工序工艺要求操作，技术人员要现场指导和示范、亲自操作；淬火后，不待冷至室温，尽早回火；100%进行表面裂纹和硬度值的检查。

通过采取以上措施，在先后4次小批量循环试

验中，保持架厂在冲压过程中，基本上解决了上述问题，无论是4次小批生产还是正常投产应用，使用新的更加耐磨、寿命更高的65Nb材料代替传统的GCr15钢是一个重大突破，经过前后近三年时间的艰苦跟踪试验、反复验证，我们终于取得了成功——用65Nb新模具材料制作的以197726规格为代表的冲窗孔凸、凹模，平均使用寿命是GCr15材料的5倍，达到了预期效果。

三、经济效益分析

在试验期间，采用65Nb制作的冲孔、凹模，其寿命均比GCr15钢提高4倍以上，使模具制造量大幅度减少，保持架厂工具消耗费用下降，提高了生产效率，减少了换模具调整时间。

四、结语

经过攻关组先后摸索，我们积累和总结出许多宝贵的实践数据，确定出一套较完整加工工艺，但我们的试验研究还没有使模具寿命达到极限状态，还要探索最佳的热处理工艺参数。机械加工时，表面粗糙、刀痕过深等原因也会使模具产生应力集中，淬火时模具易开裂。俗话说“好模具要有好的热处理”，热处理是提高模具使用寿命的重要环节。调查表明：热处理工艺或操作不当而导致模具断裂失效占失效总数的60%。必须针对裂纹产生的原因，采取相应措施，以减少和避免模具的早期断裂，提高模具的使用寿命。当然正确使用，合理的管理，精心的维修，也是减少模具早期断裂失效，提高模具使用寿命的有效措施。

(20030801)

(上接第26页)

冷炉可自动地调节冷却气体的流速和流量。③要求真空加压气冷炉满足大型零件不同区域的不同冷速的要求。

(2) 真空气淬和回火炉（即：对流循环加热）的发展。

(3) 真空等温淬火炉。

(4) 真空气氛加热炉。

(5) 真空化学热处理炉 包括真空渗碳热处理

炉、真空渗氮热处理炉。

(6) 特殊功能真空热处理炉 主要包括：真空磁场热处理炉、钛合金氢处理炉、真空充氩焊箱、真空校正炉。

(7) 大尺寸真空炉 ($1.5m \times 3m \times 9m$)。

(8) 连续真空热处理炉和生产线。

(9) 超高真空炉 ($10^{-5} \sim 10^{-6} Pa$)。

(10) 超高温真空炉 ($2200 \sim 2600^\circ C$)。

(20030908)