・测试分析・

风机叶片断裂原因分析

韩露于翔天王影谢国君逢锦程

文 摘 叶片在安装试运行过程中发生断裂,断裂位置位于叶根附近,通过对故障件的观察、测试与分析, 确定了叶片发生低周疲劳断裂的原因是由于生产过程中工艺控制不良,叶片根部局部区域树脂固化不完全,导 致该区域的强度、刚度极低,当受到疲劳载荷作用时在结构应力集中区域首先发生分层开裂、扩展直至最终失 稳断裂。同时指出固化不完全的原因。

关键词 叶片,疲劳断裂,树脂,纤维,固化 中图分类号:TG178 DOI:10.12044/j.issn.1007-2330.2017.01.014

Fracture Reason Analysis of Wind Turbine Blade

HAN Lu YU Xiangtian WANG Ying XIE Guojun PANG Jincheng (Aerospace Research Institute of Materials & Processing Technonlogy, Beijing 100076)

Abstract The blade in the installation of test failed in the operating process, fault location is located in the root of blade. Through observation, testing and analysis of fault component, the reason blade produced by low cycle fatigue fracture is identified due to improper control of production process. The blade root curing is incomplete in local area, which causes the strength and stiffness of very low. Fiber beam between curing not completely of resin cannot will load effective of passed to near of fiber beam, so dang by fatigue load role in structure stress concentrated regional first occurred layered cracking, and extended until eventually lost stability fracture. The direction for improvement is pointed out.

Key words Blade, Fatigue fracture, Resin, Fiber, Curing

0 引言

近 20 年风电发电在国内迅猛发展,风机叶片作 为其核心部件的使用量逐年增加,且随着风机单机装 机容量的增加,风机叶片的直径也在不断上升,因此 对材料的要求很高,不仅要具有较轻的质量,还要具 有较高的强度、抗腐蚀性以及耐疲劳性能,目前风机 厂商主要采用复合材料(占其质量的 90%)制造风机 叶片,但是随着产品的广泛应用,叶片在生产及使用 中陆续出现各种各样的问题,造成了一定的经济损 失,如何通过新的结构设计方案和提高材料的性能保 证产品的质量可靠性成了大家关注的问题。本文以 发生断裂的一件复合材料叶片为例分析叶片的断裂 行为,表明叶片在生产过程中工艺过程控制不到位也 会导致叶片失效,希望为叶片制造厂商及使用部门提供借鉴。

1 检测过程与结果

某厂生产的叶片所用材料主要包括手糊环氧树 脂 L235 及其固化剂 H239、无碱玻璃纤维多轴向编织 布、无碱玻璃纤维无捻粗纱以及 PVC 泡沫。采用湿 法预浸料真空辅助成型工艺制造,工艺流程如下:在 预浸机上将玻璃纤维布浸上树脂在模具上铺层抽真 空将预浸过的玻璃纤维布压实、固化后修形、钻孔涂 油漆。叶片在安装试运行过程中,一片叶片发生断 裂。本文通过对断裂叶片的现场观察、形貌分析、金 相分析、DSC 以及红外光谱分析,确定了叶片断裂的 原因。

作者简介:韩露,1968年出生,研究员,主要从事机械产品失效分析。E-mail:hanlu5111@ sina.com

收稿日期:2015-10-12;修回日期:2016-08-25

1.1 断口宏观观察

叶片断于叶根附近,断裂位置位于距离防雨罩约 20 cm的叶尖一侧,裂纹源区位于迎风面象限;源区 断面相对较平整,长度约 70 cm;扩展区均为斜断口, 断面参差不齐,有明显的纤维拔出现象,纤维束长短





不一;整个断裂区分层特征明显,层间树脂较疏松,可 见许多白色颗粒状的树脂附着在纤维束表面,用手触 摸感觉树脂松软、有弹性,形貌见图 1。从整个残骸 断裂形态及裂纹走向判断叶片的断裂过程应为低周 疲劳失稳断裂。



图 1 叶片断裂宏观形貌

Fig.1 Macro-photography of the fracture blade

采用机械方法从叶片残骸断口源区及正常比对 件上取样后进行观察,结果如下。

失效件源区试样大部分区域断口较平,玻璃纤维 编织布明显分层变形,采用体视显微镜观察,纤维束 间及纤维表面可见较多聚集态的白色颗粒状树脂碎 块,纤维表面较光滑,纤维间树脂表面类似自由表面, 无明显的断裂形貌特征(图2)。



(b) 源区分层
(c) 层间开裂
图 2 失效件源区试样形貌

(d) 纤维束分层

Fig.2 Macro-photography of the fractures

将正常比对件试样采用机械方法进行弯折,形成 层间断口,除断面外试样其他位置分层现象不明显, 采用体视显微镜观察,断面未见聚集态的白色颗粒状 树脂团块,纤维束表面较光滑,纤维间树脂可见较明 显的变形痕迹且树脂表面断裂形貌特征明显(图3)。

源区截取试样及比对件

(a)



图 3 比对件人工断面形貌 Fig.3 Macro-photography of the artificial fractures

1.2 断口微观观察

— 68 —

从失效件源区部分断口及正常比对件人工断口

上分别取样并置于扫描电镜进行观察,结果如下。

失效件断口低倍下可见纤维束表面附着有呈聚 集状的树脂碎块[图4(a)];纤维表面光滑,绝大部 分纤维表面无树脂包覆,纤维间树脂呈颗粒状,纤维 束间树脂表面呈褶皱状,放大观察,树脂表面形貌类 似自由表面,形貌见图4(b)~(d);纤维断面呈"V" 型,应为受到反复弯折所形成的疲劳断口特征,断面 附近树脂呈颗粒状附着在纤维表面[图4(e)];

正常比对件人工断口纤维束表面低倍下未见呈 聚集状的树脂碎块[图 5(a)];放大观察,纤维表面 光滑,部分纤维表面包覆有树脂且树脂与纤维界面结 合状态较好,纤维间树脂呈解理形貌并可见明显的撕 裂棱线及变形痕迹,纤维与树脂界面结合状态优于失 效件,典型形貌见图 5(b)~图 5(d);纤维断面附近 树脂表面呈解理形貌,树脂与纤维结合较好[图 5 (e)]。

宇航材料工艺 http://www.yhclgy.com 2017 年 第1期



Fig.5 Micro-topography of the compare sample of fracture surface

1.3 金相检验及硬度检测

将失效件源区试样及正常比对件试样分别制备 成金相试样后进行观察及显微硬度测试,结果如下。

失效件抛光面纤维束间树脂疏松,表面较粗糙, 树脂与纤维不在同一平面;比对试样纤维束间树脂致 密,表面平整光滑,形貌见图 6。

对失效件试样(树脂未固化、已固化)、正常比对件试样、70℃/8h灌注样条试样及不同固化剂含量 宇航材料工艺 http://www.yhclgy.com 2017年 第1期 的试样进行显微维氏硬度测试(载荷 10 g,保载 30 s),结果表明:正常比对件试样纯树脂、正常比对件试 样纤维束间树脂、失效件树脂已固化区域以及 70℃/ 8 h 灌注样条试样的显微硬度基本一致;失效件树脂 未固化区域树脂硬度极低,测试完成后长时间搁置压 痕位置有回弹现象,失效件树脂未固化区域树脂硬度 与固化剂配比为 100:20 试样的显微硬度近似,显微 硬度测试结果详见表 1。



表 1 显微硬度(HV0.01)测试结果

Tab.1 Micro-hardness test results

比对约	失效件	比对纤维	失效件未	70℃/8h	固化剂配比 ²)固化剂配比
树脂	树脂	束间树脂	固化树脂1)	灌注试样	(100:20)	(100:22.5)
14.6	16.6	15.1	0.21	14.1	0.17	3.3

注:1) 压痕对角线平均长度约 300 μ m,按 HV = 0.1891 $\frac{F}{r^2}$ 计算(F

为载荷.d 为压痕对角线平均长度):2)压痕对角线平均长度约327 μm。

1.4 红外光谱分析

分别对正常比对件复合材料、失效件复合材料、 固化后纯树脂、L235 树脂、固化剂 239、多批次混合 L235 树脂以及多批次混合固化剂 239(含有失效件 所在批次使用的树脂及固化剂)进行红外金刚石池 ATR 光谱分析并与红外标准谱图库中的图谱进行检 索比对,结果如下。

正常比对件复合材料及失效件复合材料均为玻 璃纤维增强环氧树脂复合材料,无明显差异,光谱图 见图 7(a)。

固化后的纯树脂为环氧树脂;L235 树脂及多批 次混合 L235 树脂均为未固化的环氧树脂,无明显差 异,光谱图见图 7(b)。

固化剂 239 主成分为三丙烯基乙二醇二胺;多批 次混合固化剂 239 与固化剂 239 主成分一致,但是含 有脂类物质杂质,光谱图见图 7(c)。



Fig.7 Analysis chart of Infrared spectrometer

1.5 DSC 试验

对正常比对件及失效件复合材料分别作 DSC 试验(30~350℃,氮气气氛,升温速率 5℃/mm),结果

表明正常比对件复合材料的固化程度优于失效件的 固化程度(图 8)。



图 8 DSC 试验曲线 Fig.8 DSC cruves

2 分析与讨论

— 70 —

2.1 失效模式和部位

通过对失效叶片的宏观观察认为其失效模式为 低周疲劳断裂,断裂位置位于距离防雨罩约 20 cm 的

叶尖一侧,源区位于迎风面象限。该区域在结构上属 于整个叶片的应力集中部位。

2.2 原因与机理分析

失效件源区大部分区域断口较平,玻璃纤维编织 布明显分层,纤维束间及纤维表面可见较多聚集态的 白色颗粒状树脂碎块,树脂松软、有弹性,大部分树脂 表面形貌类似自由表面,树脂与纤维界面结合不良; 纤维断面呈"V"型,应为受到反复弯折所致,纤维表 面较光滑,绝大部分纤维表面无树脂包覆。

比对试样人工断口纤维束表面未见呈碎块状聚 集的树脂,纤维及纤维束间树脂呈解理形貌并可见明 显的撕裂棱线及变形痕迹,部分纤维表面有树脂包 覆,纤维与树脂界面的结合状态良好。

金相分析结果表明与正常比对试样相比,失效件 抛光面较粗糙,纤维束间树脂疏松;显微硬度测试表 明正常比对试样纯树脂、正常比对试样纤维束间树脂 以及失效件纯树脂区域的显微硬度基本一致,而失效 件未固化树脂硬度极低,测试完成后长时间搁置时失 效件压痕位置有回弹现象。DSC 测试结果表明正常 比对件复合材料的固化程度优于失效件复合材料的。

综合上述形貌特征及测试结果表明失效件叶根 附近区域树脂固化不完全,树脂与纤维结合不良,造 成叶片根部变截面区域的强度、刚度极低,因此不足 以承受外部疲劳载荷作用;且纤维束间固化不完全的 树脂无法将载荷有效的传递给临近的纤维束,导致叶 根变截面处结构应力集中区域的复合材料局部承受 疲劳载荷作用发生分层开裂、扩展直至断裂。

2.3 树脂未完全固化原因分析

红外光谱分析结果表明正常比对件复合材料及 失效件复合材料均为玻璃纤维增强环氧树脂复合材 料;含有失效件批次所用树脂的混合 L235 树脂与纯 L235 树脂无明显差异;因此可以基本排除环氧树脂 异常导致固化不完全的可能。

含有失效件批次所用固化剂的混合固化剂 239 与纯 239 固化剂相比含有脂类物质杂质,因此失效件 所用固化剂组分异常的可能性不能排除。

70℃/8h灌注样条试样与正常比对试样纯树脂 硬度基本一致,失效件纤维束间树脂与环氧树脂/固 化剂配比为100:20试样纤维束间树脂的显微硬度相 近,因此固化剂配比不当或固化剂有效含量不足导致 固化不完全的可能性不能排除。

结合上述测试结果分析认为,失效件源区树脂固 化不完全可能与该区域固化剂配比、固化剂有效含量 不足或体系中含有阻聚剂(例如脂类物质杂质或水) 有关。委托方后续在工艺自查过程中,发现故障件生 产中使用的固化剂中混有过期的固化剂。

3 结论

(1)叶片失效模式为低周疲劳断裂,裂纹源区位 于迎风面叶根附近变截面区。

(2)发生疲劳断裂的直接原因是叶片在生产过 程中工艺控制不当所致:叶片根部局部区域树脂固化 不完全,导致该区域的强度、刚度极低,不足以承受外 部疲劳载荷作用,且纤维束间固化不完全的树脂无法 将载荷有效的传递给临近的纤维束,因此当受到疲劳 载荷作用时在结构应力集中区域首先发生分层开裂、 扩展直至最终失稳断裂。

(3)树脂固化不完全可能与固化剂配比、固化剂 有效含量不足或体系中含有阻聚剂(例如脂类物质 杂质或水)有关。

参考文献

[1] 陶春虎,刘高远,等. 军工产品失效分析技术手册 [M].北京:国防工业出版社,2009.

[2]《中国航空材料手册》编辑委员会.中国航空材料手册(第1卷)[M].北京:中国标准出版社,2002.