电镜测试中常用的元素分析方法

元素分析在电镜分析中经常使用,随着科学技术的发展,现代分析型电镜通过安装 X 射线能谱、能量过滤器、高角度环形探测器等配件,逐步实现了在多学科领域、纳米尺度下 对样品进行多种信号的测试,从而可以获得更全面的结构以及成分信息。以下是几种现在常 用的电镜中分析元素的方法。

1 X射线能谱(Energy-dispersive X-ray spectroscopy, EDS)

X 射线能谱是微区成分分析最为常用的一种方法,其物理基础是基于样品的特征 X 射线。当样品原子内层电子被入射电子激发或电离时,会在内层电子处产生一个空缺,原子处于能量较高的激发状态,此时外层电子将向内层跃迁以填补内层电子的空缺,从而释放出具有一定能量的特征 X 射线。



图 1 EDS 原理示意图

特征 X 射线是从试样 0.5~5µm深处发出的,它的波长与原子序数之间满足莫塞莱定律:

$$\lambda = \frac{1}{(Z - \sigma)^2}, \quad \sigma \mathbb{E} \, \mathrm{k} \, \mathrm{s} \, \mathrm{s}$$

不同的波长**λ**对应于不同的原子序数**Z**。根据这个特征能量,即可知所分析的区域存在 什么元素及各元素的含量。根据扫描的方式,EDS 可分为点分析、线扫描及面扫描三种:

EDS 点分析是将电子束固定于样品中某一点上,进行定性或者定量的分析。该方法准确性较高,用于显微结构的成分分析。定量分析样品中含量较低的元素时,常用点分析的方法。图 2 所示为陶瓷样品的 EDS 点分析结果。



图 2 陶瓷样品的 EDS 点分析结果

EDS 线扫描分析是电子束沿一条线对样品进行扫描,能得到元素含量变化的线分布曲线。结合样品形貌像对照分析,能直观获得元素在不同区域的分布情况,如图 3 中,通过线扫描可以清楚地看出 CdS 和有机物含量沿异质结分布的情况。



图3 无机(CdS)/有机(PPY)异质结线扫描分析结果

EDS 面扫描分析是电子束在样品表面扫描,试样表面的元素在屏幕上由亮度或彩色表现出来,常用来做定性分析。亮度越高,元素含量越高,结合形貌像常用于成分偏聚、相分布的研究中。图4所示的是有机、无机纳米线的面扫描结果,可以看出C和Cd元素的分布于纳米线的形貌像一致。



图 4 无机(CdS)/有机(PPY)异质结面扫描分析结果

2 电子能量损失谱(Electron energy-loss spectroscopy, EELS)

入射电子穿透样品时,与样品发生非弹性相互作用,电子将损失一部分能量。如果对出 射电子按其损失的能量进行统计计数,便得到电子的能量损失谱。由于非弹性散射电子大都 集中分布在一个顶角很小的圆锥内,适当地放置探头,EELS的接受效率会很高,相比 EDS 分析,EELS的记谱时间更短,特别是用于小束斑分析薄样品时;另外,EDS在探测轻元素 (Z<11)时只有1%的信号能接收到,且谱线重叠比较严重,而 EELS的能量分辨率(1eV) 远高于 EDS(130eV),因此,EELS在探测轻元素方面更有优势;而且,除了对样品进行定 性和定量的成分分析外, EELS的精细结构还可提供元素的化学键态、最近邻原子配位等 结构信息,这是其他电子显微分析方法所不能比拟的。



图 5 电子能量损失谱 EELS 原理

在 EELS 谱图中,除了几个电子伏特的化学位移,同一种元素的电离损失峰的能量坐标 总是近似相同的,因此,通过标定电离损失峰的能量坐标,即可定性地分析样品所含的元素。 然后通过测量元素的电离损失峰曲线下扣除背底后的面积,即该元素的电离损失峰的总强度 I_{K} ,可对该元素的含量进行定量分析。当样品很薄时, I_{K} 可以近似地表示为:

$$I_K = N_K \sigma_K I$$

式中, N_K 为样品单位面积上K元素的原子数, σ_K 为K元素的总散射截面,I为总的透射电流强度,于是有:

$$N_K = \frac{I_K}{\sigma_K I}$$

如果样品中还有另一种元素 J,则两种元素的成分比为:

$$\frac{C_K}{C_I} = \frac{N_K}{N_I} = \frac{\sigma_J I_K}{\sigma_K I_I}$$

但是,在实验上很难测量电离损失峰的总强度 I_K 和 I_J ,通常只能在某一能量窗口内和某一散射角范围(0~β)内统计电离损失峰的总强度 I_K (Δ, β)和 I_J (Δ, β)及计算相应的散射 截面 σ_K (Δ, β)和 σ_I (Δ, β)。于是两种元素的成分比可写成:

$$\frac{C_K}{C_J} = \frac{N_K}{N_J} = \frac{\sigma_J \quad (\Delta, \beta) \quad I_K \quad (\Delta, \beta)}{\sigma_K \quad (\Delta, \beta) \quad I_I \quad (\Delta, \beta)}$$

利用量子力学方法可以计算元素的散射截面,通常 EELS 定量分析的软件都给出了各种 元素散射截面的理论计算方法,可以用来进行成分定量分析。

如图 6 所示为用 EELS 软件自动分析同时含有氧($Z_0=8$)、钡($Z_{Ba}=56$)及铜($Z_{Cu}=29$)元素的样品。从能量坐标可以判定出元素种类,通过计算可以得到氧、钡、铜的相对含量。



图 6 EELS 软件自动分析结果

3 Z 衬度像/HAADF-STEM 像 (Z-contrast Imaging/ High angle annular dark field image, HAADF)

20世纪90年代以来,随着电镜硬件的不断发展,尤其是具有场发射电子枪的超高真空 电镜的出现和普及,一种高分辨扫描透射成像技术,即高分辨或原子分辨率的原子序数(Z) 衬度像(High Resolution or Atomic Resolution),在材料微观分析方面崭露头角,成为当代电 子显微技术发展的新领域。Z 衬度成像也可称为扫描透射电子显微镜高角环形暗场像 (HAADF-STEM, High Angle Angular Dark Field-Scanning Transmission Electron Microscopy)。

在 TEM 中, 被高电压加速的电子照射到试样上,入射电子与试样中原子之间发生多种 相互作用。其中弹性散射电子分布在比较大的散射角范围内,而非弹性散射电子分布在较小 的散射角范围内,因此,如果只探测高角度散射电子则意味着主要探测的是弹性散射电子。 这种方式并没有利用中心部分的透射电子,所以观察到的是暗场像。



图 7 HAADF 像原理示意图

图 7 所示为高角度环形暗场(HAADF)像的原理图。按照 Pennycook 等人的理论,若 环形探测器的中心孔足够大,散射角θ₁、θ₂间的环状区域中散射电子的散射截面σ可以用卢 瑟福散射公式在环形探测器上直接积分得到:

$$\sigma_{\theta_{1, \theta_{2}}} = \left(\frac{m}{m_{0}}\right) \frac{Z^{2} \lambda^{4}}{4\pi^{3} \alpha_{0}^{2}} \left(\frac{1}{\theta_{1}^{2} + \theta_{0}^{2}} - \frac{1}{\theta_{2}^{2} + \theta_{0}^{2}}\right)$$

式中 m——高速电子的质量, m₀——电子的静止质量, Z——原子序数,

 α_0 ——波尔半径, θ_0 ——波恩特征散射角

因此,厚度为t的试样中,单位体积中原子数为N时的散射强度:

 $Is = \sigma NtI$

由以上两式可以看出,HAADF像的强度正比于原子序数Z的平方。这种成像技术产生的非相干高分辨像不同于相干相位衬度高分辨像,相位衬度不会随样品的厚度及电镜的焦距 有很大的改变,像中的亮点总是反应真实的原子,由此我们能够得到原子分辨率的化学成分 信息,像的解释一般不需要复杂繁琐的计算机模拟。另外,在应用这种技术的同时,可以得 到单个原子列的电子能量损失谱,这样就可在一次实验中得到原子分辨率的材料的晶体结构 以及电子能带结构信息。这种方法尤其适用于缺陷、晶界和界面的微观结构及成分分析。

Z 衬度像是扫描透射成像,成像时用的是会聚在样品表面的高强度小束斑,样品污染是 一个常见问题。轻微的样品污染就会使电子束照过的地方产生碳化物污染斑,使得 Z 衬度 像变得模糊。为了减少污染,要尽量保持样品的清洁,并在实验前用等离子清洗仪将样品清 洗后再进电镜观察。

图 8 为 Ti₃SiC₂和 4H-SiC 的界面,其中原子序数 $Z_{H=1}$, $Z_{C=6}$, $Z_{Si=14}$, $Z_{Ti}=81$ 。图中较亮 的区域为 Ti₃SiC₂,较暗的区域为 4H-SiC。从图中可以清楚地看到 Ti 原子(最亮的点)以及 Si 原子(较暗的点)的排列情况。



图 8 Ti₃SiC₂和 4H-SiC 界面的 HAADF 像

主要参考文献:

1.章晓中,电子显微学分析,清华大学出版社,2006
2.段晓峰,孔翔,电子能量损失谱及其在材料科学中的应用,科学出版社,2003
3.辛燕,原子分辨率原子序数衬度成像,科学出版社,2003