АНАЛИЗ ВЛИЯНИЯ ВНЕШНИХ ВОЗДЕЙСТВИЙ НА СТРУКТУРУ И СВОЙСТВА МЕТАЛЛИЧЕСКИХ МАТЕРИАЛОВ С ИСПОЛЬЗОВАНИЕМ МЕТОДОВ АКУСТОМИКРОСКОПИЧЕСКОЙ ДЕФЕКТОСКОПИИ

Зеленев В. М.¹, Кустов А. И.¹, Мигель И. А.

¹⁾ Воронежский государственный педагогический университет, Россия Военный авиационный инженерный университет, г.Воронеж, Россия akvor@yandex.ru

Одна из актуальных задач современного материаловедения – анализ влияния внешних воздействий на структуру и свойства металлических материалов. Существенно повысить эффективность и надёжность решения этой задачи позволяют методы акустомикроскопической дефектоскопии [1,2]. Базовые методы внешних воздействий – деформационные, диффузионные, термические и др.

Целью настоящей работы являлось наблюдение и анализ структуры металлических материалов, а также определение значений их физико-механических параметров методами акустомикроскопической дефектоскопии (АМД) после таких воздействий как наклёп, диффузия (при нитроцементации, азотировании) и закалка.

В наших более ранних работах [3,4] было показано, что степень деформации сталей различного назначения может быть рассчитана с помощью метода акустической визуализации, а также с использованием характерных V(Z)-кривых. Полученная в рамках последнего метода зависимость представлена на рис.1. Она показывает, что без разрушения образца по измеренной акустически υ_R надёжно определяется степень деформации ε % материала.



Рис. 1. Зависимость скорости ПАВ в стали от степени её деформации

Данный метод ценен вдвойне, так как позволяет производить мониторинг свойств в зависимости от времени или уровня внешних воздействий. Пример выявления влияния температур отжига на свойства керамического материала (ЦТС-19) представлен на рис.2. Для полученной зависимости восстановлен тренд (с достаточно высоким коэффициентом аппроксимации 0,914), уравнение которого позволяет использовать для поиска экстремальных значений T^o стандартные оптимизанионные функции MS

Excel.

Зависимости ряда характеристик акустических волн, а значит и материалов, в которых они распространяются, от времени выдержки (τ) в газовой среде представлены на рис.3 и 4. Причём, для зависимости уровня затухания AB от τ применена информационная технология оптимизации.

На рис.5 представлена зависимость $\Delta V/V\%$ от τ вместе с соответствующим трендом, уравнением и коэффициентом аппроксимации. Разместив в текущей ячейке значение τ , а в целевой – уравнение тренда и применив встроенную функцию "Поиск решения" получим значение времени, при котором искомая величина ($\Delta V/V\%$) является экстремальной.



Рис. 2. Зависимость скорости ПАВ от температур отжига для керамики ЦТС-19



Рис. 3. Зависимость скорости ν_R в стали 40 XH в зависимости от времени выдержки (т) в водородe.



стали 40ХН от времени (т) выдержки в водороде.

Именно этот метод позволяет находить экстремумы наблюдаемых величин, а значит оценивать по их ансамблю предельность состояния материала или конструкции.

В практических расчетах процесхимико-термической обработки сов (XTO) необходимо знать значения параметров, входящих в уравнения, описывающие её отдельные стадии. К таким параметрам относятся коэффициенты диффузии и массопереноса, активность диффундирующего элемента в диффузионной зоне, потенциал и активность насыщающей среды. Коэффициент диффузии – это основной параметр, характеризующий кинетику диффузионного насыщения. Обычно коэффициент диффузии определяют по экспериментальному распределению концентрации элемента по толщине слоя $c(x, \tau)$, либо анализируя количество диффундирующего вещества в образцы в зависимости от времени. Коэффициент диффузии для практических расчетов можно определить для стационарных условий химико-термической обработки по толщине диффузионного слоя. Если принять, что толщине диффузионного слоя соответствует вполне определенная концентрация диффундирующего элемента *с*_Т , то:

$$c_T(x,\tau)/c_{\Pi OB} = 1 - \operatorname{erf}(x_{\tau}/(2 \cdot \sqrt{D} \cdot \tau)) = \operatorname{const}$$
.

Следовательно, выражение под знаком функции erf является постоянной, а значит,

$$x_{\tau}^2 = Dk\tau$$
 и $D = x_{\tau}^2 / k \cdot \tau$

Это выражение является оценочным, поскольку не всегда можно металлографическим анализом точно определить величину слоя и пренебречь временем насыщения поверхности стали до стационарной концентрации с_{ПОВ}.

В качестве параметров диффузионного процесса нами были выбраны значения скорости ПАВ (ν_R), уровень затухания этих волн ($\Delta V/V\%$). По их значениям получали зависимости толщины слоя с измененными свойствами от концентрации веществадиффузанта, от температуры и времени проведения процесса. В более ранних работах нами неоднократно приводились характерные для металлических материалов V(Z)кривые, поэтому обратим внимание лишь на результаты использования таких зависимостей.

В ходе экспериментов была получена серия значений v_R на различном расстоянии (*h*) от поверхности образцов стали 18ХГТ, подвергнутых процессу цементации. Каждая из точек получена усреднением значений 7–11 измерений. Аппроксимация полученной кривой осуществляется логарифмической зависимостью с коэффициентом ~0,9108. Со 52

значения 600–620 мкм v_R достигает своего максимального значения, характерного для сердцевины объекта исследования. Если считать глубиной слоя диффузии (в зависимости от выбранных критериев 0,5 или 0,8 от значений v_R в материале без диффузии) соответствующее расстояние h_0 , то расчет его значения с помощью САМ эффективен, надежен и учитывает локальные изменения физических параметров. Толщина диффузионного слоя параллельно оценивалась по другому акустомикроскопическому параметру – $\Delta V/V\%$. Полученные данные подтверждены кривыми, демонстрирующими уменьшение затухания AB с глубиной диффузионного слоя.



Рис. 5. Получение уравнения тренда для анализа экспериментальной зависимости



Рис. 6. Экспериментальная зависимость глубины диффузионного слоя от времени выдержки образцов.

Используя полученные зависимости $\Delta V/V\%$ и U_R pacсчитывали глубину слоя диффузии. Определив экспериментально k и т, оценивали коэффициент диффузии. На рис.6 представкривая, показываюлена щая, как изменяется глубина проникновения при увеличении времени выдержки (параболическая аппроксимация с коэффициентом ~0,9751). Полученный график позволяет оце нить время, после которого диффу зия вещества внутрь объекта практически прекращается (для 18 ХГТ ~10 час.).

Аналогичные результаты были получены для ряда сталей при проведении закалок по различным режимам.

Таким образом, проведенные эксперименты доказывают эффективность акустомикроскопических методов анализа процессов диффузии, термической обработки, механического наклёпа.

Список литературы

- 1. Wilson R. G., Weglein R. D. // Appl. Phys. 1994. V. 55. N 9. P. 3261-3275.
- 2. Кустов А.И. //"Физика и химия стекла", 1998 т.24 №6 с.817-824.
- 3. Kustov A.I., Migel I.A.// Materials of the V International scientific conference "Strength and fracture of materials and constructions", Orenburg, 2008, vol.1, p.p.200-206.
- 4. Кустов А.И., Мигель И.А.. // Материаловедение, №2 (155), 2010, с..9-14.