

### Лекция 3

## ОСНОВЫ ТЕОРИИ ТЕРМИЧЕСКОЙ ОБРАБОТКИ

### 3.1. Критические точки в стали

Температуры, при которых происходят фазовые и структурные превращения в сплавах, называются критическими точками. Критические точки в сплавах системы Fe- $Fe_3C$  имеют условные обозначения. Все критические точки обозначаются буквой A. Основные критические точки следующие. На линии PSK лежит первая критическая точка  $A_1$  ( $727^{\circ}$ ), соответствующая превращению  $P \rightarrow A$  при нагревании, или  $A \rightarrow P$  при охлаждении; на линии GS лежат критические точки  $A_3$ , обозначающие начало выделения феррита из аустенита при охлаждении или конец растворения феррита в аустените при нагревании. На линии ES лежат критические точки  $A_{cm}$  (читать  $A_{cm}$ ). В точке  $A_{cm}$  при охлаждении стали из аустенита начинают выделяться кристаллы  $\gamma$ , а при нагревании в этой точке  $\gamma$  до конца растворится в аустените.

### 3.2. Превращения в стали при нагреве

Теорию термообработки стали принято разбирать на эвтектоидной стали, т.к. эта сталь имеет только одну критическую точку ( $A_1$ ). В равновесном состоянии (при комнатной температуре) эта сталь имеет структуру перлита. В точке  $A_1$  при нагреве происходит переход перлита в аустенит по реакции:  $P \xrightarrow{\text{Ф+Ц}} A$ , т.е.  $Fe\alpha + Fe_3C \rightarrow Fe\gamma(C)$ .

Прохождение этой реакции складывается из 3-х процессов:

- 1) Аллотропическое изменение кристаллической решетки железа  $Fe\alpha \rightarrow Fe\gamma$ .
- 2) Растворение цементита в  $Fe\gamma$  с получением аустенита.
- 3) Гомогенизация аустенита (выравнивание концентрации электронов по объему), т.к. в первый момент получается неоднородный раствор.

Там, где были включения цементита, концентрация углерода в аустените будет повышенная, а где были пластины феррита – пониженная. Для выравнивания химического состава обычно при температуре нагрева проводится выдержка.

Превращение перлита в аустенит является кристаллизационным процессом и имеет закономерности этого процесса. Вначале на границах ферритных и цементитных включений возникают центры перекристаллизации – мелкие кристаллики аустенита. Затем эти центры растут за счет перехода атомов от феррито-цементитной структуры к новой кристаллической решетке ( $Fe\gamma(C)$ ). В первую очередь в аустенит переходит феррит, а цементитные включения растворяются не сразу. Выдержка при температуре нагрева приводит к окончательному растворению цементита и гомогенизации аустенита.

### 3.3. Измельчение и рост аустенитного зерна при нагреве

В тот момент, когда полностью завершится переход перлита в аустенит при нагреве выше точки  $A_1$ , зерно аустенита получается мелким. Такое зерно называется начальным. Причина сильного измельчения зерна заключается в том, что при переходе перлита в аустенит возникает большое количество центров перекристаллизации.

Известно, что зародыши новой фазы легче всего возникают в участках с неравновесным состоянием атомов, чаще всего на границах зерен, дислокациях и других дефектных местах в структуре.

В перлитной структуре кроме границ зерен между отдельными колониями перлита имеет место межфазовая граница феррит-цементит внутри зерен перлита. Эти границы имеют тем большую протяженность, чем мельче феррито-цементитная смесь. Центры аустенитных кристаллов образуются и на межзеренных границах, и внутри зерен на границах феррит-цементит, поэтому центров получается во много раз больше, чем при обратной перекристаллизации аустенита в перлит. Таким образом, при перлито-аустенитном превращении происходит сильное измельчение зерна. На этом явлении основываются все виды термообработки, предназначенные для измельчения зерна в стальных изделиях. Размер зерна аустенита оказывает большое влияние как на механические, так и технологические свойства стали.

Стали разного химического состава имеют различную склонность к росту аустенитного зерна при нагреве. Если в структуре стали есть устойчивые частицы, препятствующие росту зерна при нагреве, такие стали называются природно- или наследственно-мелкозернистыми. В отличие от них обычные стали, у которых зерно начинает расти при перегреве сразу, называются наследственно- (природно-) – крупнозернистыми.

Для получения наследственной мелкозернистости в сталь при раскислении добавляют алюминий, который образует оксиды и нитриды, очень устойчивые при нагреве.

Легирование стали сильными карбидообразующими элементами (Ti, Cr, V, Mo, W) также приводит к наследственной мелкозернистости. Самая высокая температура, до которой карбиды не растворяются, составляет  $1050\text{--}1100^{\circ}\text{C}$ . При более высоких температурах, когда частицы, сдерживавшие рост зерен, растворяются, у наследственно мелкозернистых сталей начинается укрупнение структуры. За наследственное зерно аустенита условно принимается размер, который получается после выдержки при температуре  $930^{\circ}\text{C}$ , 3 часа.

Свойства изделий зависят от действительного, а не наследственного зерна аустенита. Но стали с мелким наследственным зерном более технологичны, т.к. допускают при горячей обработке (обработка давлением, термообработка) нагрев до более высоких температур, что более технологично и производительно.

Величину зерна определяют баллами. Между номером зерна (баллом) «N» и количеством зерен «n», помещающихся на  $1\text{ mm}^2$  шлифа, существует следующая зависимость  $n = 2^{N+3}$ . Стали с зерном N 1-5 относят к группе крупнозернистых, а с зерном 6-15 к мелкозернистым.

### 3.4. Превращения в стали при охлаждении.

Вначале, как всегда, рассмотрим превращения в эвтектоидной стали. Выше точки  $\text{Ac}_1$  эта сталь имеет структуру аустенита. При медленном охлаждении в аустените происходит превращение, описываемое реакцией:  $\text{Fe}\gamma(\text{C}) \rightarrow \text{Fe}\alpha + \text{Fe}_3\text{C}$ , т.е. аустенит превращается в феррито-цементитную смесь. Сущность этого превращения заключается в следующем. Ниже  $727^{\circ}\text{C}$  ( $\text{A}_1$ ) должно произойти аллотропическое изменение кристаллической решетки железа:  $\text{Fe}\gamma \rightarrow \text{Fe}\alpha$ . Это приводит к скачкообразному падению растворимости углерода в железе. Следовательно, углерод должен выделиться из раствора, и он выделяется в виде цементита. Таким образом,

превращение аустенита в перлит состоит из двух процессов, которые зависят друг от друга: 1)  $\text{Fe}\gamma \rightarrow \text{Fe}\alpha$ , 2) диффузионное выделение углерода из решетки железа в виде  $\text{Fe}_3\text{C}$ . Обычно перлит, полученный при охлаждении непосредственно из аустенита, имеет пластинчатую структуру. Раствет перлит в виде колоний из отдельных центров. Зародышем перлитной колонии чаще всего является цементит, зарождение которого облегчено на границе аустенитных зерен. К растущей пластинке цементита из соседних областей подходят атомы углерода, и обедненные углеродом области железа испытывают аллотропическое превращение, превращаясь в феррит. Обычно перлит растет колониями от границ аустенитного зерна. Размер фасеток в изломе в среднем равен размеру перлитных колоний. С уменьшением размера перлитных колоний, называемых также эвтектоидными зернами, ударная вязкость стали растет. Перлитные колонии зарождаются на границах аустенитных зерен. Поэтому с уменьшением аустенитного зерна сокращается и размер перлитных колоний.

При ускоренном охлаждении аустенит имеет свойство переохлаждаться до температур, значительно ниже точки  $A_1$ , в результате из переохлажденного аустенита получаются неравновесные структуры, более твердые и прочные.

Кинетику превращения переохлажденного аустенита изображают на диаграмме изотермического превращения аустенита, которую строят экспериментально для каждой марки стали.

Межпластиночное расстояние – очень важная характеристика. С увеличением степени дисперсности феррито-цементитной структуры твердость, пределы прочности, текучести и выносливости возрастают, а относительное удлинение, относительное сужение, и вязкость снижаются. Твердость перлитных структур указана на диаграмме. Резких границ между перлитом, сорбитом и троститом нет, это условная классификация феррито-цементитных смесей по дисперсности, удобная в практике термообработки.

### 3.5. Мартенситное превращение

Если аустенит очень быстро охладить до низких температур, где диффузия не идет, то наступает мартенситное превращение, когда перестраивается кристаллическая решетка железа бездиффузионным путем, а перераспределение углерода не происходит, т.е. углерод не выделяется из решетки  $\alpha$  - железа:  $\text{A} \rightarrow \text{M}$ , т.е  $\text{Fe}\gamma(\text{C}) \rightarrow \text{Fe}\alpha(\text{C})$

Таким образом, из аустенита получается пересыщенный раствор углерода в  $\alpha$  -Fe, называемый мартенситом. Углерода в мартенсите столько же, что и в исходном аустените. Кроме углерода, аустенит и соответственно мартенсит может содержать легирующие элементы.

Атомы углерода занимают поры в решетке  $\alpha$  -Fe и сильно искажают ее (см. рис. 1.10): один параметр у кубической решетки увеличивается (высота «с»), а размеры ее основания уменьшаются. Такое искажение объясняется тем, что пора имеет размеры значительно меньше, чем диаметр атома углерода (диаметр атома углерода в свободном состоянии равен  $1,54^0\text{A}$ , а диаметр свободного места в о.ц.к. решетке железа, так называемой поры, равен  $0,62^0\text{A}$ ). Такая вытянутая решетка называется тетрагональной, а отношение  $c/a$  – степенью тетрагональности. Чем больше в мартенсите углерода, тем больше отношение  $c/a$ .

Перестройка решетки железа происходит путем сдвига рядов атомов по определенным кристаллографическим направлениям. Каждый атом сдвигается при этом на расстояние, меньшее межатомного. Кристаллы мартенсита имеют вид тонких пластин, они в процессе превращения сопряжены с аустенитом по определенным кристаллографическим плоскостям, и межфазная граница не образуется (когерентная связь). Под микроскопом эти тонкие пластины имеют вид иголок.

Мартенсит имеет больший удельный объем, чем аустенит, вследствие этого в процессе превращения в структуре стали возрастают упругие напряжения. Когда эти напряжения достигнут критической величины, сопряженность решеток мартенсита и аустенита нарушается, рост кристалла мартенсита прекращается. Мартенситные пластины растут с огромной скоростью (~ 100 м/с). Величина первой пластины определяется размером аустенитного зерна, т.к. при переходе границы нарушается сопряженность кристаллических решеток. Дальнейшее превращение протекает путем зарождения новых кристаллов мартенсита в оставшемся аустените по определенным кристаллографическим направлениям.

#### Вопросы для самоконтроля

1. Что такое критические точки, укажите их на диаграмме  $Fe_y$  от  $Fe_a$ ?
2. Что такое аустенитное зерно и какие факторы влияют на изменение его размеров?
3. Какие процессы происходят в стали при охлаждении и как изменяются свойства перлита?
4. Что такое мартенсит, каковы его свойства, в чем сущность мартенситного превращения?

#### СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

##### *Основная*

1. Дегтярев, М.Г. Материаловедение. Технология конструкционных материалов / М.Г. Дегтярев. – М.: Колос, 2007 г. – с.317.
2. Материаловедение и технология металлов / под ред. Г.П. Фетисова. – М.: Высшая школа, 2000 г. – с. 403.
3. Оськин, В.А. «Материаловедение. Технология Конструкционных Материалов» / В.А. Оськин, В.В. Евсиков. – М.: КолосС, 2007 г. – с. 394.
4. Технология конструкционных материалов: учебное пособие / А.А. Аникин, [и др.]. – Саратов: СГАУ, 2007 г. – с. 218.

##### *Дополнительная*

1. Гин Э.Ч. Технология литейного производства / Э.Ч. Гини, А.М. Зарубин, В.А. Рыбин. – М.: Академия, 2005 г. – с. 267.
2. Технология конструкционных материалов : методические указания к лабораторным работам / А.А. Аникин, [и др.] Саратов. СГАУ. 2006 г. – с. 25.
3. Порошковая металлургия. Материалы, технология, свойства, области применения / под ред. М.М. Федорченко. – М.: Машиностроение. 1985 г. – с. 264.
4. Технология металлов и материаловедение / под. ред. Л.Ф. Усовой. – М.: Металлургия, 1987 г. – с 799.