делить значение правой части. Обозначив $\phi(\frac{x}{2\sqrt{D\tau}})$ через $\phi(x)$ получим

$$C_{X,T} = 0.2 \left[1 + \frac{\Phi^2}{\Phi^1} \right].$$
 (3)

На рис. 2 представлены расчетное и экспериментальное (определенное послойным химическим анализом) распределение углерода в поверхностном слое стали 20Л при охлаждении ее в керамической литейной форме с одновременной цементацией в интервале $1400...850^{\rm O}$ C и $1250...850^{\rm O}$ C со скоростями охлаждения 15 и $25^{\rm O}$ /мин соответственно. Расчет распределения углерода по предложенной методике удовлетворительно соответствует эксперименту для поверхностной зоны слоя при относительно небольших скоростях охлаждения и больших значениях начальной температуры цементации $T_{\rm H}$, а для цементованного слоя, напротив, — при больших скоростях охлаждения и меньших $T_{\rm H}$.

Анализ результатов расчетов показывает, что определяющее влияние на толщину цементованного слоя оказывает скорость охлаждения отливки. Температура поверхности отливки существенно влияет до 1150°С, при более низких температурах интенсивность цементации стремится к нулю. Весьма перспективной является организация технологического процесса с регулируемой скоростью охлаждения — замедленной в интервале 1400... ...1300°С для обеспечения цементации и дальнейшей повышенной с уменьшенной подачей карбюризатора для предотвращения обезуглероживания поверхности отливки.

Литература

1.~3 а м я т и н М.М. Расчет процессов химико-термической обработки стали на основе теории диффузии. — Л., 1966. 2. П о п о в А.А. Теоретические основы химико-термической обработки стали. — Свердловск, 1962.

УДК 669.018.25

Б.З.Поляков, А.А.Пикман, В.А.Штукарь

АЗОТИРОВАНИЕ СТАЛИ 40ХЛ В ПРОЦЕССЕ ЛИТЬЯ

Нами исследовано влияние массивности отливки из стали 40ХЛ и последующей закалки на твердость азотированного в процессе литья поверхностного слоя. Керамические формы после заливки их сталью 40ХЛ продували аммиаком в течение 60 мин с расходом 240 л/ч при давлении 0,5 кгс/см² Исследованные отливки диаметром 57, 77, 96 и 112 мм имели

светлую, без следов окалины поверхность. Более массивные отливки медленнее охлаждаются в форме, что увеличивает время диффузионного насыщения поверхности и соответственно толщину азотированного слоя от 0.29 мм для отливок диаметром 57мм до 0,72мм для отливок диаметром 112 мм. Азотированный слой отливок имеет трехфазное строение резко отличающееся по травимости в 4%-ном растворе азотной кислоты в спирте. Поверхностная часть слоя толщиной 0,035 до 0,14 мм при микроструктурном анализе представляется светлой, так как она содержит γ^{ℓ} фазу, остаточный аустенит, мартенсит и феррит, легированные азотом, и обладает повышенной коррозионной стойкостью. Далее располагается зона несколько пониженной травимости с иглообразными выделениями фазы, свойственными мартенситу, с которой граничит зона с характерным строением эвтектоида. Сердцевина имеет феррито-перлитную структуру, как и у обычных неазотированных отливок. Диффузионный слой обладает повышенной твердостью в литом состоянии. Распределение микротвердости по глубине азотированного слоя, представленное на рис. 1, является следствием распределения азо-

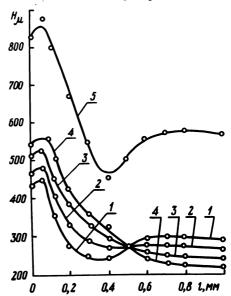


Рис. 1. Изменение микротвердости (H) по толщине (l) слоя при различном диаметре отливки:

1-55 мм; $2-77;\ 3-96;$ $4-112;\ 5-112$ мм, закалка с $840^{\rm O}{\rm C}$:

та, углерода и хрома в результате имеющей место неравновесной первичной кристаллизации, а также структуры слоя. Определяющее влияние на распределение микротвердости оказывает, очевидно, скорость охлаждения (массивность отливки). Время охлаждения отливок диаметром 57–112 мм до 500 составляет соответственно 60–120 мин. С увеличением диаметра отливки твердость поверхности после охлаждения возрастает с 460 до 540 кгс/мм². Максимальная микротвердость наблюдается на расстоянии 0,05 мм от поверхности. Продувка формы аммиаком способствует проте-

канию первичной кристаллизации в неравновесных условиях, что в наибольшей степени сказывается на перераспределении углерода и хрома, по-видимому, в отливке диаметром 112 мм; в результате микротвердость на расстоянии 1мм от поверхности уменьшилась до 220 кгс/мм².

Термическую обработку азотированных отливок для предотвращения деазотирования проводили в защитных обмазках. Закалка с 840°C увеличила микротвердость поверхности до 820,а максимальную микротвердость до 900 кгс/мм² в результате образования в поверхностном слое азотистого мартенсита. Структура сердцевины — мелкоигольчатый мартенсит с твердостью 480—500 кгс/мм². Микротвердость отливок после отпуска для снятия напряжений (180°C, 2 ч, без предварительной закалки) не претерпевает существенного изменения.

Таким образом, закалка азотированной в процессе литья стали 40ХЛ, выполненная с защитой от деазотирования поверхности, значительно повышает твердость поверхности отливки, причем значение твердости отливки соответствует получаемой при обычных режимах низкотемпературного азотирования.

УДК 621.785:5:669.14

Б.Т.Павлова, Н.Д.Рашков

КОРРОЗИОННАЯ СТОЙКОСТЬ СТАЛЕЙ ПОСЛЕ ДИФФУЗИОННОГО НАСЫЩЕНИЯ ВАНАДИЕМ И ВАНАДИЕМ С БОРОМ

Важным аспектом технического прогресса является всемерное повышение коррозионной стойкости металлов. Химико-термическая обработка, обеспечивающая резкое изменение свойств поверхностных слоев деталей, один из наиболее эффективных путей борьбы с коррозионным разрушением наиболее распространенных металлических материалов.

К перспективным методам повышения коррозионной стойкости сталей можно отнести диффузионное обогащение поверхностного слоя ванадием. Однако практическое внедрение этого метода затруднено из-за малой изученности кинетики процесса и свойств получаемых диффузионных слоев, в частности их коррозионной стойкости. Особенно мало изучен вопрос о влиянии на коррозионную стойкость борированных сталей совместного насыщения ванадием, например, с бором при осуществлении такого широко известного процесса, как борирование.

При выполнении экспериментов в настоящей работе использован метод упрочнения в порошкообразных средах. Экспериментальные образцы (цилиндры высотой 15 мм и диаметром 15 мм) загружали в контейнеры, засы-