

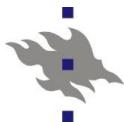


530117 MATERIALFYSIK II Ht 2010

5. Kinetik

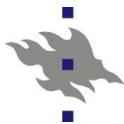
5.1 Allmänt om kinetik

[Mitchell 3.0; lite ur Porter-Easterling 5.4]



Definition

- Med kinetik avses tidsberoendet av processer, hur snabbt de sker
 - Avgörande storhet är processens **takt** (eng. rate)
- Denna information är av uppenbar praktisk betydelse
 - T.ex. hela definitionen av jämviktstermodynamik innehöll en tidskonstant τ , som dock inom termodynamiken inte kan på något sätt erhållas
- Gällande material kan man skilja mellan 3 typer av kinetiska processer av intresse:
 - Takten med vilka material formas
 - Takten med vilka de omvandlas (eng. "transform")
 - Takten med vilken dom sönderfaller (eng. "decompose")



Processer

- Processerna formation och sönderfall är i allmänhet kemiska processer, medan omvandling ofta är en fysikalisk process
 - Kemiska: reaktioner $A+B \rightarrow AB$, rostning, explosion, ...
 - Fysikaliska: fasomvandlingar: smältnings,
- Det finns också fall då både kemiska och fysikaliska processer sker samtidigt
- Kinetik behandlas med två grundläggande storheter: fria energin (samma som tidigare) ΔG och den relaterade storheten aktiveringsenergi (eng. "activation energy") E_a
 - Den senare är uttryckligen relevant för kinetiska processer



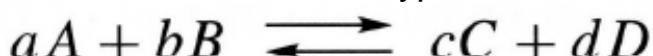
Massverkningslagen (eng. "law of mass action")

- För fysikaliska system är som tidigare många gånger konstaterats storheten

$$\Delta G = \Delta H - T \Delta S$$

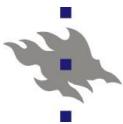
av avgörande betydelse. Men i kemiska reaktiva system är inte antalet mol nödvändigtvis bevarat, och det är mer praktiskt att behandla systemets totala fria energi som en summa av enskilda kontributioner

- Vi betraktar en kemisk reaktion av typen



där a, b, c och d är de stökiometriska koefficienterna för ämnena A, B, C och D . a, b, c och d kan betecknas kollektivt v_i

- Reaktanternas stökiometriska koefficienter är negativa och produkternas positiva



Massverkningslagen, 2

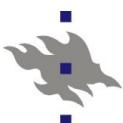
- Massverkningslagen säger att reaktionens hastighet vid någon given temperatur är proportionell mot den **aktiva massan (aktiviteten)** av de reagerande substanserna
- Framåtreaktionsraten är enligt lagen

$$r_1 = k_1[A]^a[B]^b$$

och motsvarande bakåt (inversa) reaktionsraten är

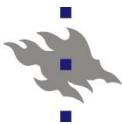
$$r_2 = k_2[C]^c[D]^d$$

- Här är a , b , c och d de stökiometriska koefficienterna och k_1 , k_2 är ratkonstanter med enheten av 1/tid. [] betecknar koncentrationen av de olika reaktanterna.



Massverkningslagen, motivation

- Massverkningslagen kan motiveras med att säga att en kemisk reaktions rat är proportionell mot sannolikheten att en reaktant-molekyl som kan delta i reaktionen befinner sig i samma lilla område av rymden
- Ifall man *antar* att sannolikheten att en viss typ A är i ett visst område är oberoende av sannolikheterna för alla andra, leder detta till massverkningslagen
 - Ett mycket naturligt antagande för gaser och vätskor, för fasta kristallina ämnen givetvis inte självklart sant...



Massverkningslagen

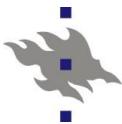
- I jämvikt ($\Delta G = 0$) måste de två raterna givetvis vara lika, och man får

$$\frac{k_1}{k_2} = \frac{[A]^a[B]^b}{[C]^c[D]^d} = K$$

- Här är K *jämviktskonstanten* för reaktionen vid konstant temperatur
- Denna kan relateras till den fria energin
- Gibbs fria energi i ett system var ju summan av komponenternas kemiska potentialer:

$$\Delta G = \sum v_i \mu_i \quad \Delta G^0 = \sum v_i \mu_i^0$$

- Här avser överindexet 0 att systemet är i sitt grundtillstånd vid den givna temperaturen, i *standardtillståndet*



Massverkningslagen

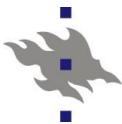
- De kemiska potentialerna i standardtillståndet är relaterade till de normala för ett godtyckligt tillstånd med

$$\mu_i = \mu_i^0 + RT \ln a_i$$

vilket definierar den så kallade **aktiviteten** a_i för alla komponenter i reaktionen

- Aktiviteten är alltså ett mått på hur långt ur grundtillståndet systemet är
- Med att kombinera de senast nämnda ekvationerna får man

$$\Delta G - \Delta G^0 = RT \sum v_i \ln a_i = RT \ln \left(\prod_i a_i^{v_i} \right)$$



Massverkningslagen

- För att de stökiometriska koefficienterna är negativa och produkternas positiva, kan detta för en reaktion av typen A+B → C+D skrivas som

$$\Delta G - \Delta G_0 = RT \ln \frac{a_3^{v_3} a_4^{v_4}}{a_1^{v_1} a_2^{v_2}} = -RT \ln \frac{a_1^{v_1} a_2^{v_2}}{a_3^{v_3} a_4^{v_4}}$$

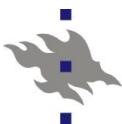
- Nu kan man göra *antagandet* att aktiviteterna är *proportionella mot koncentrationen* av ämnet
 - För jämvikt och låga koncentrationer reaktiva komponenter i en i ett ickereaktiv lösningsmedel är detta ett naturligt antagande

- Då får

$$\Delta G - \Delta G_0 = -RT \ln \frac{[a_1]^{v_1} [a_2]^{v_2}}{[a_3]^{v_3} [a_4]^{v_4}}$$

Materialfysik 2010 – Kai Nordlund

9



Massverkningslagen

- I jämvikt är alltså $\Delta G = 0$ och man får

$$\Delta G^0 = -RT \ln \left\{ \frac{[A]^a [B]^b}{[C]^c [D]^d} \right\}$$

- Jämförelse av detta uttryck med definitionen på K visar att

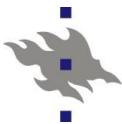
$$\Delta G^0 = -RT \ln K$$

varur man genom att lösa ut K får

$$K = \exp \left(\frac{-\Delta G^0}{RT} \right)$$

vilket ju är en Boltzmann-distributionsform!

- Ur den första ekvationen ser man direkt att genom att plotta $\ln K$ mot $1/T$ borde ge en rak linje med vinkelkoefficienten $\Delta G/R$. En sådan graf kallas *Arrhenius-plot*

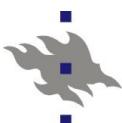


Aktiveringsenergi

- För att jämviktskonstanten har ett exponentiellt beteende och är $= k_1/k_2$, är det naturligt att anta att framåt- och bakåtsreaktionerna har samma funktionsform
 - två exponentialer dividerade med varandra ger ju en annan exponential
- Om man vidare delar upp $G = H - TS$ och ignorerar trycktermen, ser man att då man dividerar TS-termen med RT, faller T bort och man kan skriva funktionen med en pre-exponentiell term i formen

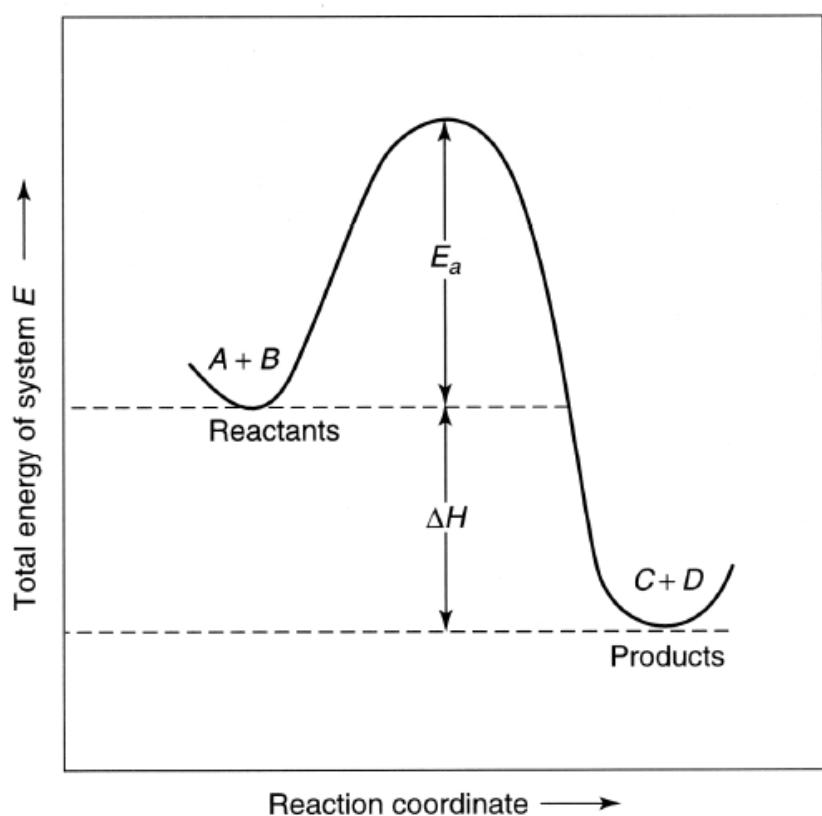
$$k = k_0 \exp(-E_a/RT)$$

- Detta kallas ett **Arrhenius-uttryck** för en taktkonstant
- E_a är känt som **aktiveringsenergin**



Aktiveringsenergi vs. reaktionsvärme

- Det är mycket viktigt att förstå det allmänna energilandskapet för en reaktion
- Aktiveringsenergin E_a är alltid positiv (eller noll)!
- **Reaktionsvärmets** ΔH kan vara negativ (exotermisk reaktion) eller positiv (endotermisk reaktion)



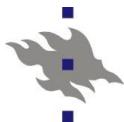


530117 MATERIALFYSIK II Ht 2010

5. Kinetik

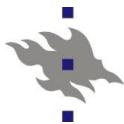
5.2 Specifika fall

[Mitchell 3.0; lite ur Porter-Easterling 5.4]



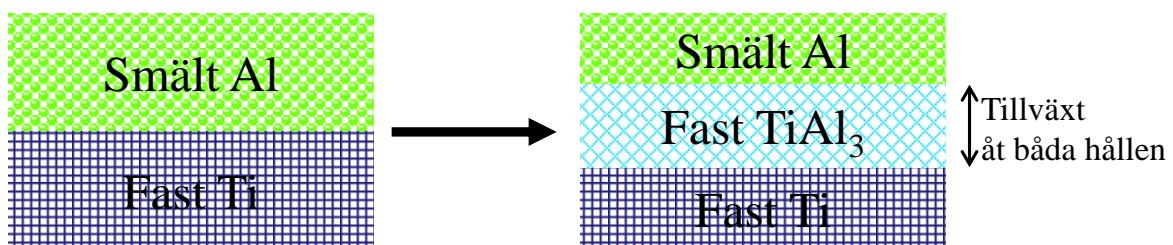
5.2. Specifika fall av kinetik

- I teorin om fasdiagrammen kunde man med relativt enkla och trovärdiga antaganden om fri-energi-kurvors form kunde sluta sig till flera drag i fasdiagram som förekommer allmänt i många olika material
- Inom kinetik är så inte fallet, utan man måste se på olika typer av processer mer eller mindre var för sig
- Vi skall nu gå igenom några viktiga fall

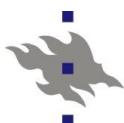


5.2.1. Kinetik av metalllegeringstillväxt

- Vi ser nu på ett exempel på en kinetisk process i metaller: formation av metalllegeringen $TiAl_3$
- Legeringen är blandbar, och smältpunkterna är:
 - $660\text{ }^\circ\text{C}$ för Al
 - $1668\text{ }^\circ\text{C}$ för Ti
- Så legeringen kan formas på följande sätt



$$T_{melt, Al} < T < T_{melt, Ti}$$



Tillväxt av $TiAl_3$

- För denna tillväxt kan man hur mycket det fasta Ti-lagret sjunker i storlek, och hur tjock $TiAl_3$ -lagret blir
- Data för detta illustreras i följande bilder:

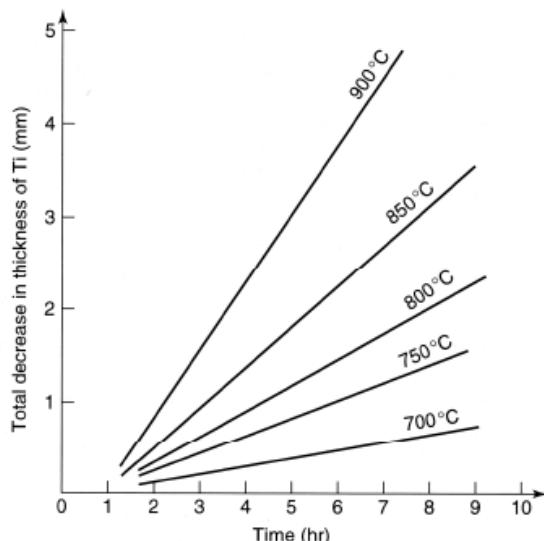


Figure 3.2 Rate of dissolution of Ti at various temperatures

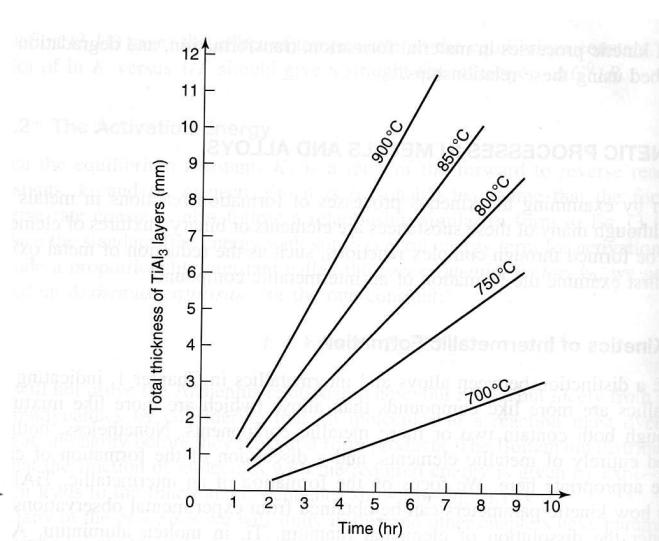
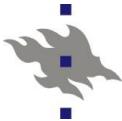


Figure 3.3 Rate of formation of $TiAl_3$ at various temperatures.



Tillväxt av TiAl_3

- Från detta data kan man med en linjär anpassning bestämma tillväxttakterna: k_{Ti} och k_{TiAl_3} , i enheter av cm/s

- Datat blir:

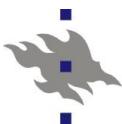
- Genom att anpassa en Arrhenius-kurva till detta data får man aktiveringsenergierna $E_{a,\text{Ti}}$ och E_{a,TiAl_3} samt de pre-exponentiella faktorerna $k_{0,\text{Ti}}$ och k_{0,TiAl_3}

- Dessa blir:

- $E_{a,\text{Ti}} = 86 \text{ kJ/mol}; k_{0,\text{Ti}} = 0.06 \text{ cm/s}$
- $E_{a,\text{TiAl}_3} = 84 \text{ kJ/mol}; k_{0,\text{TiAl}_3} = 5.3 \text{ cm/s}$

- Det att aktiveringsenergierna är väsentligen de samma tyder på att det avgörande för tillväxten är takten för den kemiska reaktionen där legeringen formas
 - Om det avgörande vore diffusionen, skulle man vänta sig olika värden på de olika sidorna

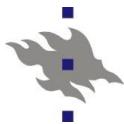
Temperature (°C)	Rate of Ti Dissolution, k_{Ti} (cm/s)	Rate of TiAl_3 Formation, k_{TiAl_3} (cm/s)
700	1.51×10^{-6}	1.042×10^{-5}
750	2.605×10^{-6}	1.98×10^{-5}
800	4.17×10^{-6}	2.777×10^{-5}
850	6.13×10^{-6}	3.798×10^{-5}
900	9.36×10^{-6}	6.805×10^{-5}



5.2.2 Kinetik hos fastransformationer

- Vi ser nu på takten med vilken fastransitioner sker
 - Tidigare diskuterade vi ju i detalj hurdana transitioner kan väntas för hurdana fasdiagram
- Vi ser specifikt på fastransitioner mellan en amorf och en kristallin fas
 - För att detta skall kunna ske, måste temperaturen vara tillräckligt hög att atomerna i amorfa fasen kan organisera om sig
- Men förutsatt att så är fallet, har det observerats att tillväxten sker i allmänhet vid konstant temperatur med följande tidsberoende

$$\frac{dx}{dt} = nk(1-x)t^{n-1}$$

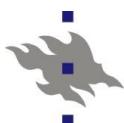


Johnson-Mehl-Avrami-ekvationen

- I detta uttryck, $\frac{dx}{dt} = nk(1 - x)t^{n-1}$, är x andelen kristallint material, k reaktionstakten, och n är reaktionsgraden (eng. reaction order)
- Lösningen till uttrycket, alltså andelen rekristalliserat material som funktion av tiden, är

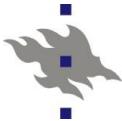
$$x = 1 - \exp[-kt^n]$$

- Denna ekvation är känd som *Johnson-Mehl-Avrami (JMA)-ekvationen*
 - Alternativt Avrami-ekvationen eller Kolmogorov-JMA [Wikipedia]
 - Om man vill (dvs. saknar ett bra anpassningsprogram), kan man omvandla detta i en linjär form genom att ta logaritmen av den två gånger så man får: $\ln[-\ln(1 - x)] = \ln k + n \ln t$



Johnson-Mehl-Avrami-ekvationen

- Värdet på n är av intresse för att det har en fysikalisk tolkning
- Den beror på i hur många dimensioner tillväxten sker på följande sätt:
 - $n=1$: tillväxt från ytan
 - $n=2$: tillväxt i bulk i 1 dimension
 - $n=3$: tillväxt i bulk i 2 dimensioner
 - $n=4$: tillväxt i bulk i 3 dimensioner



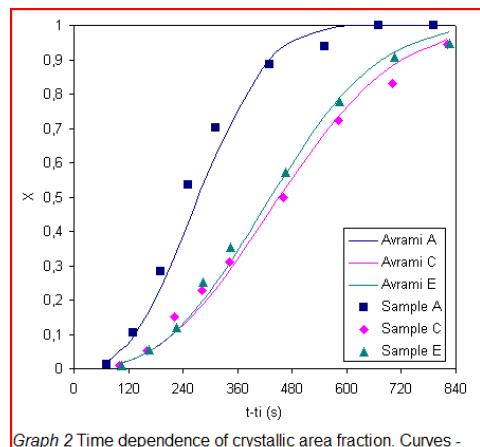
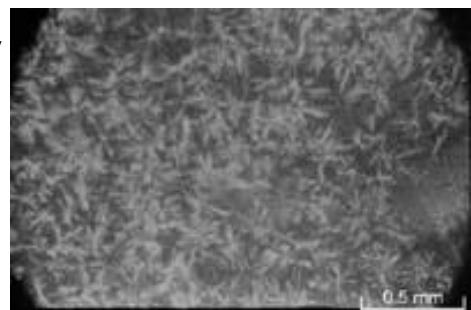
Johnson-Mehl-Avrami-ekvationen

- Här är exempel på data över tillväxt av sfäroliter av polypropylen och anpassningar till JMA-ekvationen:

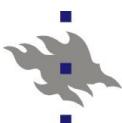
- Värdena på n mellan 2 och 3 tyder på något mellan 1D och 2D-tillväxt. Ganska naturligt jämfört med bilden av dem

Table 3 Values of $\ln K$ and n of Avrami equation.

	$\ln K$	n
sample A	-15.24	2.65
sample B	-13.88	2.31
sample C	-16.14	2.58
sample D	-14.64	2.41
sample E	-16.76	2.70
sample F	-16.32	2.33
sample H	-18.42	2.63
sample I	-15.63	2.26
sample J	-18.16	2.53
sample K	-16.88	2.45

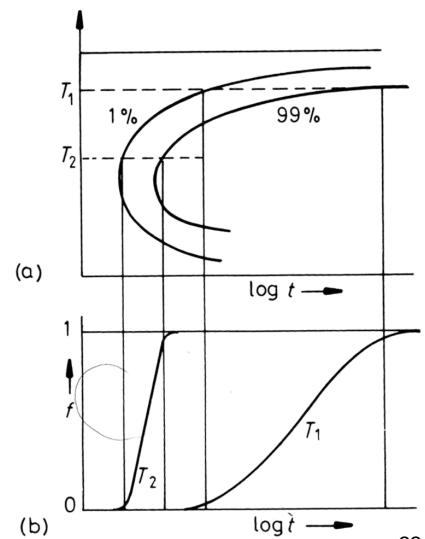


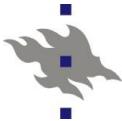
Graph 2 Time dependence of crystallic area fraction. Curves - theoretical dependence (Avrami equation), points - real values.



Martensitiska fastransitioner och TTT-diagram

- Martensitiska fastransitioner i stål sker då austenit-stål kyls ner snabbt och övergår i den metastabila martensit-fasen
- De kan som sagt ske mycket snabbt
- Deras tidsberoende kan beskrivas med så kallade tid-temperatur-transformations-diagram (TTT)
- Dessa är ett sorts (T,t) -fasdiagram där det ritas kurvor som visar hur vid konstant temperatur en viss fraktion $f(t,T)$ av transitionen har skett
 - Utgångspunkten är en mycket snabbt nerkyld ("quenched") fas ur vätskan
 - Ofta plottar man t.ex. $f(t,T) = 1\%$ som "start" och $f(t,T) = 99\%$ som "slut"
 - Formen på $f(t)$ ges av JMA-ekvationen!

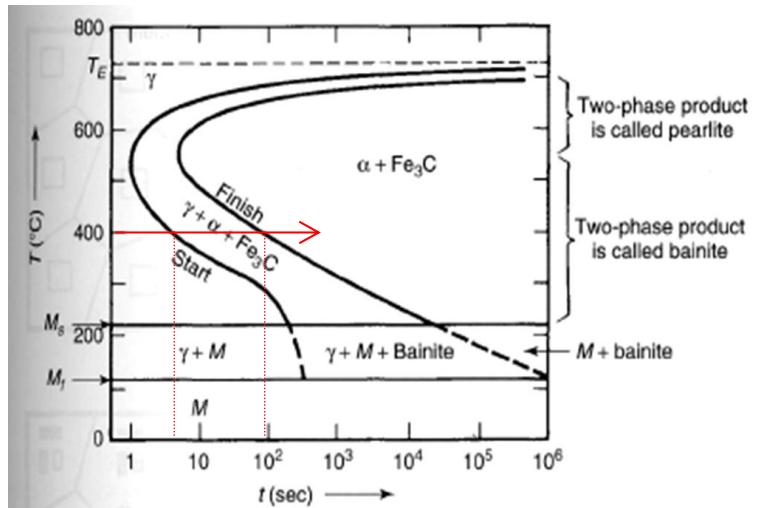




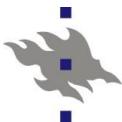
Martensitiska fastransitioner

■ För ståltransformationen ser kurvorna typiskt ut som följande

- Detta är för stål vid den eutektoida koncentrationen (0.8% C)
- **Tolkning:** tex. vid $400\text{ }^{\circ}\text{C}$ börjar transitionen vid ungefär 7 s vilket leder till en mellanfas med både austenit, ferrit och cementit. Efter ungefär 90 s återstår bara ferrit+cementit (som bainit)
- Under temperaturen M_s formas lite martensit
- Under temperaturen M_f bara martensit



Materialfysik 2010 – Kai Nordlund



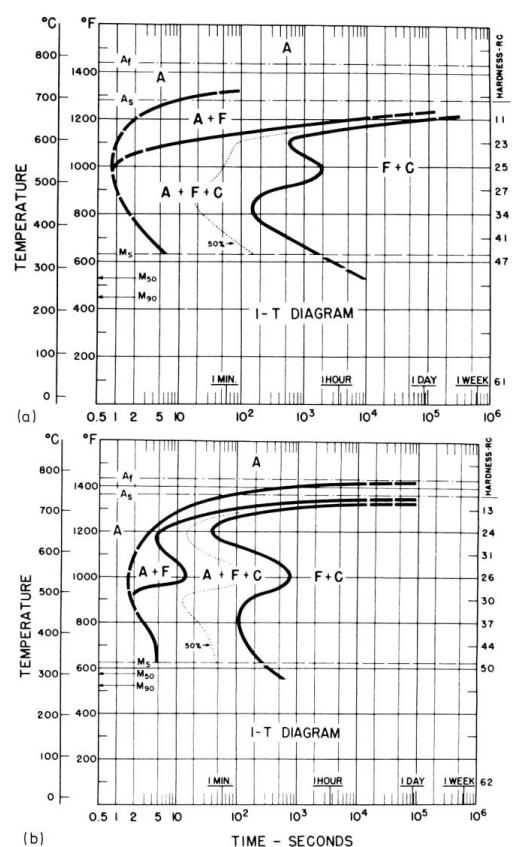
Martensitiska fastransitioner i legeringsstål

■ Effekten av legeringsmetaller i stål kan illustreras bra i TTT-diagram

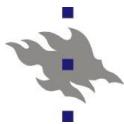
- (a) visar ett stål med 0.4% C och 1% Mn
- (b) har dessutom 0.9% Cr
- A=austenit, F=ferrit, C=cementit

■ Man kan notera flera saker ur dessa:

- Cr saktar ner ferritformation
- Med höga temperaturer kan man helt undvika cementitformation
- En enorm vidd i tidsskalan



Materialfysik 2010 – Kai Nordlund



Martensitiska transformationer i övriga metaller

- Martensitiska transformationer kan utan vidare förekomma också i andra material än stål. Här är några exempel:

Table 3.2 Some Common Martensitic Transformations

Alloy	Transition Temperature (°C)
FCC Co \longrightarrow HCP Co	427
Cu-Zn-Al	-200 to +120
β Ti \longrightarrow α Ti	883
Cu-Al-Ni	-200 to +170
50% Ni-50% Ti	-200 to +100

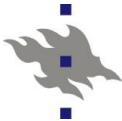


5.2.3. Minnesmetaller

- Martensitiska fastransitioner är direkt relaterade till de s.k. minnesmetallerna ("shape memory alloy"), SMA
- Dessa metaller har den speciella egenskapen att de 'minns' sin form före en transformation och återvänder till den spontant efter
 - Transformationerna kan vara förbluffande stora, t.ex. böjning av glasögonbågar med över 360° !
- Det finns två varianter av effekten: "one-way" och "two-way" "shape memory effect", på svenska säg envägsminnesmetalleffekt
- Grund-legeringarna för SMA är CuZnAl, CuAlNi och CuTi

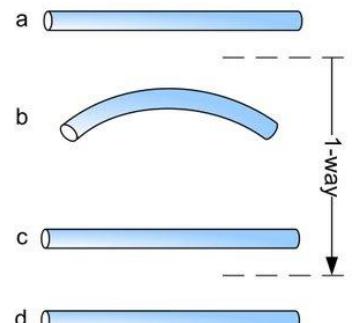


[<http://www.fisheroptical.com/main/mframes.html>]

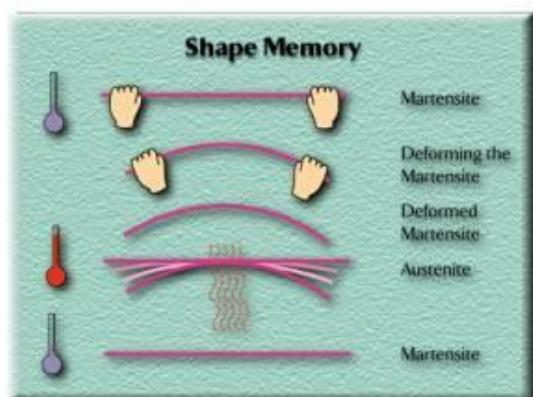


Envägs-minnesmetalleffekt

- Envägseffekten sker så att ett material i martensitfas deformeras först. Den är stabil i form efter deformationen
- Men om den hettas upp, återvänder den till sin ursprungsform!
- Vad som sker är att en del av austenitfasen blir martensit, men när den hettas upp återvänder materialet till martensit och återfår sin form



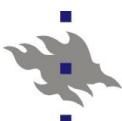
[Wikipedia]



[<http://www.sciwrite.caltech.edu/journal03/A-L/hendrickson.html>]

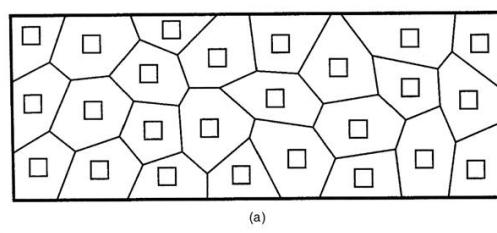
27

Materialfysik 2010 – Kai Nordlund

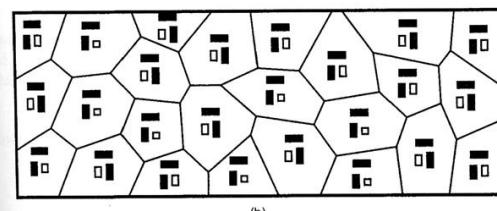


Envägs-minnesmetalleffekt

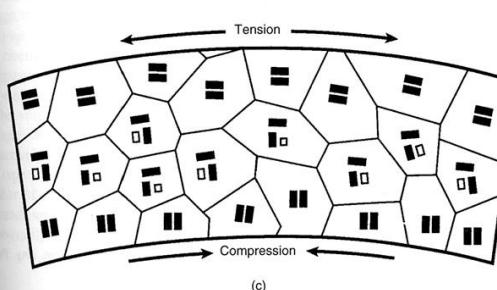
- En smula mera noggrannt kan man säga att martensit kan lätt deformeras
- Därmed vid böjning av ett materialet bildas det en blandad austenit-martensitfas
 - Samtidigt omvandlas kristallkornens form
- Då materialet sedan hettas upp, återvänder materialet i austenitfas och kornena till ursprungsformen



(a)

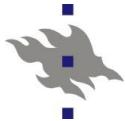


(b)



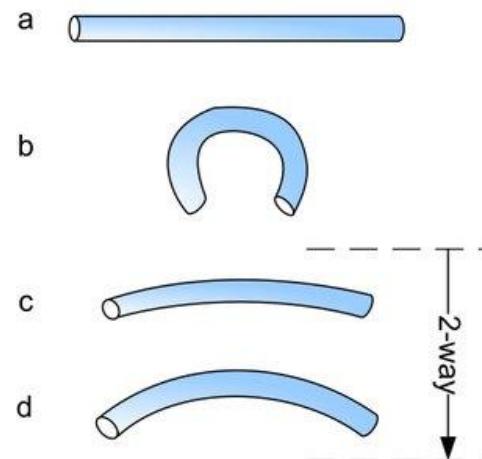
(c)

Figure 3.6 Shape-memory alloys transform from (a) a partially ordered, high-temperature austenitic phase to (b) a mixed austenite–martensite low-temperature state to (c) an ordered mixed-phase state under deformation.



Tvåvägs-minnesmetalleffekt

- I den s.k. tvåvägs-effekten har materialet minne av tvåtillstånd!
 - Då det (b) deformeras materialet (c) hettas upp, återvänder det nästan till sin ursprungliga form
 - Men (d) då den kyls ner, återvänder den delvis mot det deformerade tillståndet!
- Alltså har materialet minne både om det ursprungliga och upphettade tillståndet!



[Wikipedia]